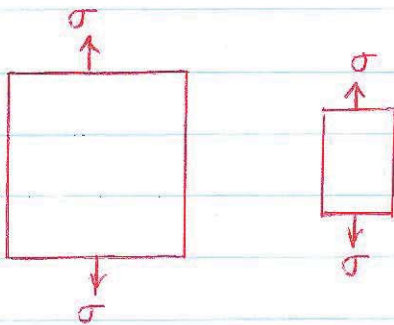


بارگذاری هگن: تنش در سطح مقطع یکسان است.

بارگذاری غیرهگن: مثل rotate-bending: در سطح max، در محور خنثی، صفر.



اگر عیوب وجود نداشته باشد، تغییر نمی کند حد خستگی

با اندازه. به کل سطح مقطع تنش یکسان وارد می شود.

انوار بارگذاری ناهگن: در سطح تنش یکسان است. در قطعه بزرگتر سبب تنش کمتر است. در

قطعه بزرگتر حد خستگی کمتر است. (در رابطه یکسان بارگذاری از نظر تنش) اگر حد خستگی مثلا

0.85 باشد، در قطعه بزرگتر، حجم بیشتری از ماده تحت این تنش قرار می گیرد و جوانه زنی ترک سریع

$$\sigma' = \frac{M}{I} (r - \Delta r) \quad \text{می شود.}$$

تنش خنثی با فاصله از سطح بیرونی Δr طبق رابطه بالا به σ' کاهش می یابد.

اگر عیوب را در نظر بگیریم: قطعه بزرگتر سبب تنش کمتری دارد چون حجم بیشتری از ماده تحت تنش max

قرار می گیرد. (این مورد در بارگذاری هگن است)

اثر فرکانس:

* اثر تنش:

* اثر محیط:

اگر حد خستگی 10^8 سیکل باشد. یک قطعه 10^3 cycle / min و دیگری 10^6 cycle / min.

قطعه‌ی اول 10^5 رقیقه و دیگری 10^2 رقیقه. [زمان اصلاً برای مایه‌ی شیت]

فرکانس اگر بالا باشد، اگر محیط هورنده باشد، زمان کتری در محیط هورنده بوده ← استحکام خستگی بیشتر
اگر محیط هورنده نباشد، فرکانس مایه‌ی ندارد.

ریک شکل معین، تنش لازم برای شکست:

فرکانس عکس زمان شکل است ← تغییر شکل پلاستیک کمتر ← حساسیت کمتر ← تنش
(حرکت ناچاقی)

بیشتری لازم است. پس اثر فرکانس بستگی به تنش دارد. (اثر این فرکانس به نفع ماست در محدود

تنش بالای حد خستگی).

اثر تغییرات دامنه تنش:

* مالاتان دامنه‌ی تنش تغییری نمی‌کند؛ اما با تغییر دامنه‌ی تنش:

$$\sum_{i=1}^k \frac{n_i}{N_i} = 1$$

■ اصل حساسیت جمع پذیر یا اصل مایه:

اگر مجموع حساسات به ۱ برسد، شکست خستگی خواهیم داشت

σ_1 : سطح تنش نام

k : تعداد سطح تنش در بارگذاری

N_i : عمر خستگی در σ_i

n_i : تعداد چرخه اعمال شده در σ_i

نتایج تجربی: اصل مایه همیشه صادق نیست. اگر $\sigma_1 < \sigma_2$ ← $\sum \frac{n}{N} > 1$

استفاده از اصل مایه ضرری ندارد.

و اگر $\sigma_1 > \sigma_2$ ← $\sum \frac{n}{N} < 1$

مسئله ۸ از فصل ۱۲ :

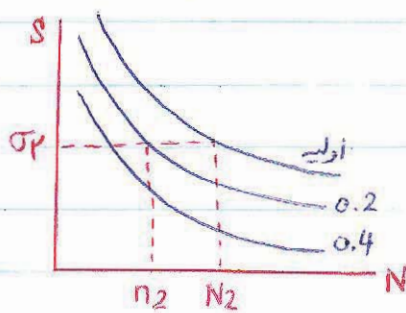
$n_1 = 2500$	$N_1 = 10^4$	σ_1
$n_2 = 10000$	$N_2 = 5 \times 10^4$	σ_2
n_3	$N_3 = 5 \times 10^5$	σ_3

$$\sum_{i=1}^3 \frac{n_i}{N_i} = 1 \quad \rightarrow \quad n_3 = 0.55 \times 5 \times 10^5 = 275000$$

بافتن صادق بودن اصل ماینر این مسئله حل شده است. $\sigma_1 > \sigma_2$

تشخیص صادق بودن اصل ماینر:

بایک آزمایش در مرحله‌ای معلوم می‌شود. فرض: معنی S-N را برای ماده داریم. اگر حد خستگی



10^8 سیکل باشد

8-12 نمونه، هر کدام با σ_1 ، 0.2×10^8 سیکل

تنش اعمال می‌کنیم.

$$\frac{n_1}{N_1} + \frac{n_2}{N_2} = 1$$

معنی S-N آنها را رسم می‌کنیم. بعد 0.4 و ...

$$0.2 + \frac{n_2}{N_2} = 1 \quad n_2 \text{ درست می‌آید} \rightarrow N_2 \text{ را داریم}$$

n_2 را با نمودار مقایسه می‌کنیم.

اثر understressing (۱) ، coxing (۲) ، زمان استراحت (۳) :

(۱) : تستی زیر حد خستگی \leftarrow تعداد زیادی سیکل اعمال می‌کنیم (0.6×10^8 cyc) : اگر دوباره

آنها بارگذاری خستگی کنیم، حد خستگی زیاد می‌شود

(2) تنش زیر حد خستگی و تعداد زیاد سیکل چدین بار این کار را می کنیم بعد تست خستگی

می گیریم. حد خستگی حتی از حالت (۱) هم بیشتر می شود.

(3) از حد خستگی تحت بارگذاری قرار دارد یک مدت زمان استراحت می دهیم؛ اگر خستگی را دوباره

انجام دهیم، حد خستگی زیاد شده است.

آهن با حالت (۱)، 23٪ گزارش شده (فولاد کم کربن)، حالت (2)، 30٪ و با

زمان های استراحت 23 hr از فواصل 1/7 حداقلیه، 100٪ افزایش در حد خستگی گزارش

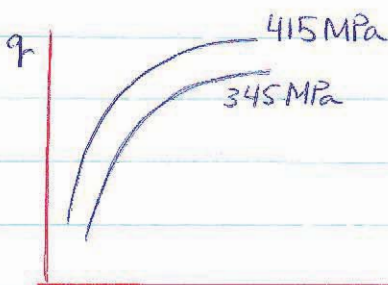
شده است. علت: پدیده ی برگشتی برمی گردد. (نقوذ آتم های نیتروژن و کربن فعل نامحالی ها)

اشرفاق:

■ فاکتور فاق در خستگی: $K_f = \frac{\text{حد استحکام خستگی نمونه با فاق}}{\text{حد استحکام خستگی بدون فاق}}$

P: ثابت یا m: شعاع رأس فاق $q = \frac{1}{1 + \frac{P}{r}} = \frac{K_f - 1}{K_t + 1}$

Kt: فاکتور تمرکز تنش الاستیکی در کتب شکست q: ضریب حساسیت به فاق: سین صفر تا ۱



- اثر عوامل مختلف:

الف) استحکام کششی و r:

با افزایش استحکام کششی در بد شعاع معین،

حساسیت به فاق بیشتر می شود. در r های بزرگ میزان تاثیر کمتر است.

ب) سایر عوامل:

۱. اثر اندازه: p -stress و p -strain در قطعات بزرگ حساستر است.

مان بیشتر است.

۲. شعاع رأس مان: در شعاع رأس مان های کمتر، تأثیر بیشتری روی q دارد.

ادامه اثرات:

$$K_b = 1 + \frac{K_t - 1}{1 + \sqrt{\frac{a}{r}}} \quad (\text{Neuber})$$

K_b همان K_f می باشد در $\sigma_m = 0$.

$$K_b = 1 + \frac{K_t - 1}{1 + P/r} \quad (\text{Peterson})$$

a در m با افزایش استحکام کاهش

پیدا می کنند. r : شعاع رأس مان. a, m : ثابت

پارامتر مؤثر دیگر: تعداد سیکل مورد بررسی - تنش متوسط روی K_b یا K_f .

۸۷ / ۲ / ۱۰

تخمین عمر خستگی قطعات ترک دار:

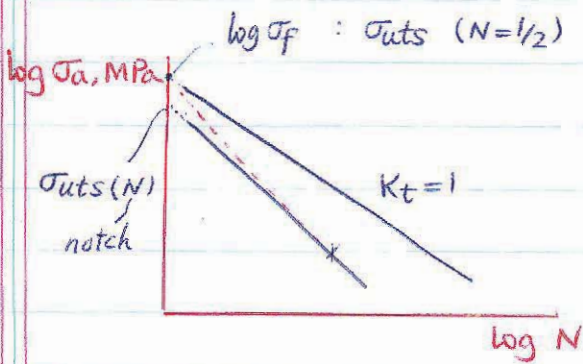
* استفاده از منحنی $S-N$ نمونه بدون ترک

* با استفاده از تنش و کرنش رأس ترک

۱. تنش و کرنش در رأس ترک کمتر از تنش و کرنش سیم

۲. تنش و کرنش در رأس ترک

معنی S-N نمونه بدون ترک :



$$\sigma_a = \sigma_f (2N_f)^b$$

sigma_f : ضریب استحکام خستگی

N_f : تعداد سیکل تا شکست

$$K_b = 1 + \frac{K_t - 1}{1 + P/r}$$

← برای خط دیگر، در نقطه لازم است : حد خستگی

$$K_b = 1 + \frac{K_t - 1}{1 + \sqrt{a/r}}$$

از یکی از روابط، K_b را بدست می آوریم.

$$K_p = \frac{\text{حد یا استحکام خستگی بدون فاق}}{\text{فاق دار}}$$

با راستن S-N ، حد خستگی نمونه بدون فاق را داریم ← برای نمونه فاق دار بدست

می آید . نقطه دیگر : انجام آزمایش کشش یک نمونه فاق دار مساوی فاق برای خستگی.

اگر اسکالارهای آزمایش کشش نداشته ایم، می توانیم از sigma_f بدون فاق به نقطه اولی وصل

کنیم، در این صورت برای طول عمرهای زیاد تصادفی نمی کند اما برای طول عمرهای کم، در صد خطا

زیاد می شود.

تنش و کرنش رأس ترک :

$$\sigma_N = K_t \sigma_{app}$$

$$\sigma_N < \sigma_y$$

$$K_t = K_\sigma = K_\epsilon$$

حالت اول : تنش و کرنش نمونه فاق دار (در رأس فاق)

کفر از تنش و کرنش تسلیم [با وجود فاق هنوز به تسلیم نرسیده ایم]

$$K_{\sigma} = \frac{\sigma_N}{\sigma_{app}}$$

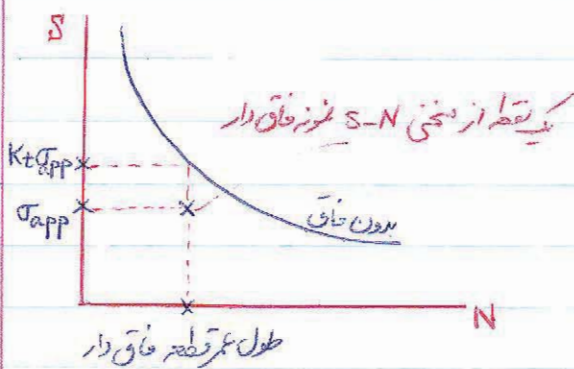
$$K_{\epsilon} = \frac{\epsilon_N}{\epsilon_{app}}$$

$$K_t = 1 + \frac{2a}{b}$$

اعمالی: σ_{app}

N: در رأس تاق

$\sigma_N < \sigma_y \rightarrow$ در منطقه الاستیک $\rightarrow K_{\epsilon} = K_{\sigma} = K_t$



K_t : تنش در رأس ترک به تنش اعمالی

حالت دوم: تنش در رأس تاق بزرگتر از تنش تسلیم (یا کرنش ها):

$$\sigma_N > \sigma_y$$

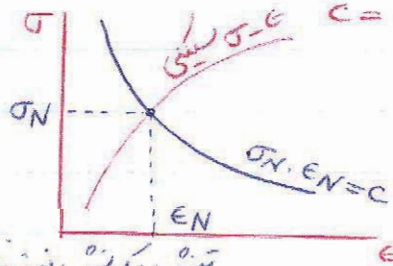
$$K_{\sigma} \cdot K_{\epsilon} = K_t^2$$

$$\epsilon_N > \epsilon_y$$

(معادله نیوبر)

$$\rightarrow \frac{\sigma_N}{\sigma_{app}} \cdot \frac{\epsilon_N}{\epsilon_{app}} = K_t^2 \quad ; \quad \sigma_N \cdot \epsilon_N = \sigma_{app} \epsilon_{app} K_t^2$$

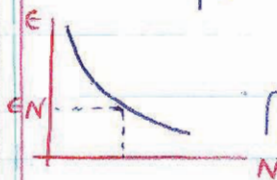
$$\rightarrow \sigma_N \cdot \epsilon_N = C$$



$C =$ عدد ثابت برای بارگذاری معین

درختگی: $\sigma = K'(\epsilon)^{n'}$: معادل n اما درختگی (توان کار سختی خستگی)

σ_N را به منحنی S-N نمونه بدون تاق مستقل می کنیم و طول عمر را می خوانیم



اگر منحنی $\epsilon - N$ را داشتیم، ϵ_N را مستقل می کنیم و طول عمر را می خوانیم

(روش سوم) با استفاده از آهنگ گسترش ترک:

$$\frac{da}{dN} = A (\Delta K)^m \quad \int_0^{N_f} dN = \int_{a_0}^{a_f} \frac{da}{A (y \Delta \sigma \sqrt{\pi a})^m}$$

$$\rightarrow N_f = \frac{2}{(m-2) A y^m \Delta \sigma^m} \left[\frac{1}{a_0^{\frac{m-2}{2}}} - \frac{1}{a_f^{\frac{m-2}{2}}} \right] \quad m \neq 2$$

بافتن ثابت بودن و دیگر $y = f(\frac{a}{W})$ جوانه زنی ترک مطرح نیست چون تخمینی از طول عمر است.

a_0 : طول اولیه ترک a_f : طول نهایی ترک (با داشتن K_{Ic} نیست می آید)

$$K_{Ic} = y \sigma \sqrt{\pi a_f}$$

$$N_f = \frac{1}{A y^m \Delta \sigma^m \pi^{m/2}} \int_{a_0}^{a_f} \frac{da}{a}$$

فقط قسمت کششی را قرار می دهیم.

اگر دامنه بارگذاری 50, 250 - بود در رابط $\Delta \sigma = 250$ تا 300.

$a_0 = 5 \text{ mm}$ $K_{Ic} = 75 \text{ MPa}\sqrt{\text{m}}$ $\sigma = 400 \text{ MPa}$ مسئله

$N_f = ?$ $\frac{da}{dN} \left(\frac{\text{m}}{\text{cyc}} \right) = 4 \times 10^{-37} \Delta K^4 \text{ (Pa}\sqrt{\text{m}})$

$K_{Ic} = m \sigma \sqrt{\pi a_f} \Rightarrow 75 = 1.12 \times 400 \sqrt{\pi a_f} \rightarrow a_f = 9.2 \text{ mm}$

$N_f = \frac{1}{4 \times 10^{-37} (1.12)^4 \pi^2 (400 \times 10^6)^4} \left[\frac{1}{0.005} - \frac{1}{0.0092} \right] = 617$

مغنی $\epsilon - N$:

فریب شکل پذیری حتمی

$$\frac{\Delta \epsilon_T}{2} = \frac{\Delta \epsilon_e}{2} + \frac{\Delta \epsilon_p}{2} = \frac{\sigma_f'}{E} (2N_f)^b + (\epsilon_f') (2N_f)^c$$

$\epsilon_a = \epsilon_{ae} + \epsilon_{ap}$

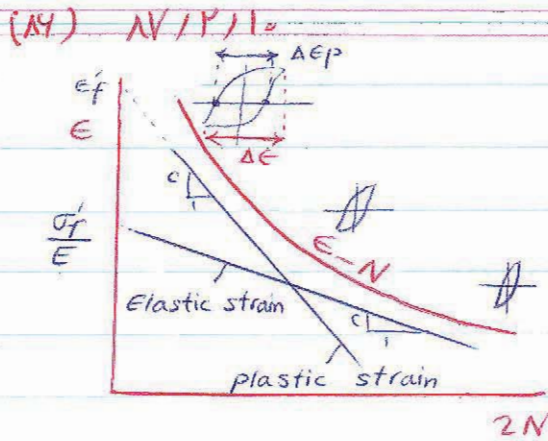
$\frac{\Delta \epsilon_T}{2} = \frac{\Delta \epsilon_e}{2} + \frac{\Delta \epsilon_p}{2}$

$\frac{\Delta \epsilon_T}{2} = \epsilon_{at} = \frac{\sigma_f'}{E}$

$\epsilon_{ap} = \epsilon_f' (2N_f)^c$

$\sigma_a = \sigma_f' (2N_f)^b$

* $\sigma_a = E \epsilon_a$



در مقیاس لگاریتمی بصورت خطی شوند

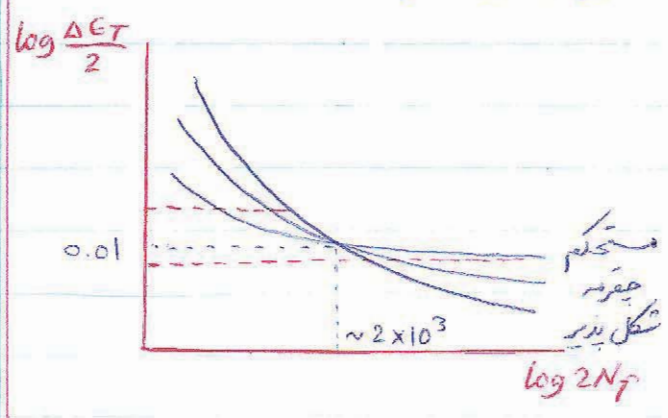
مجموع این دو خط، E-N رابطه می دهد.

در دامنه کرنش زیاد (طول عمر کم) کرنش پلاستیک کنترل کننده است در دامنه کرنش کم یا

طول عمر زیاد، کرنش الاستیک کنترل کننده است.

محل برخورد این دو تا : $2N = 2000$ و $\epsilon = 0.01$

پس $\epsilon > 0.01$ (دامنه کرنش) ، کرنش پلاستیک کنترل کننده است.



$\epsilon > 0.01$: ماده شکل پذیرتر است

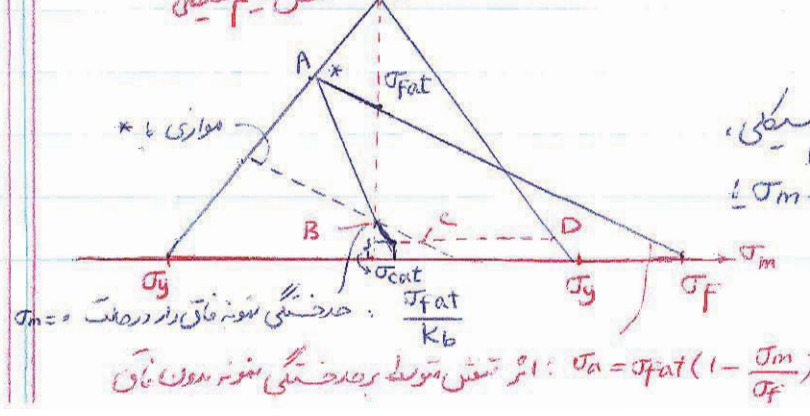
چسبندگی بیشتری دارد. (ϵ_p کنترل کننده)

$\epsilon < 0.01$: ماده مستحکم تر است

چسبندگی بیشتری دارد. در $\epsilon > 0.01$ ، ماده سخت تغییر شکل پلاستیک ندارد

(مفردار Haigh) تنش تسلیم سیکلی

اثر تنش متوسط بر حد چسبندگی نمونه های نایق دارد :



اطلاعات لازم برای رسم

تنش تسلیم در کشش ، تنش تسلیم سیکلی ، حد چسبندگی نمونه بدون نایق وقتی $\sigma_m = 0$

$$\sigma_{fat} = K_f \sigma_u \leq K_b \sigma_y$$

و σ_f (تنش تسلیم کشش کمابرد حقیقی یا شده حساس)

$$\sigma_a = \sigma_{fat} \left(1 - \frac{\sigma_m}{\sigma_f}\right)$$

برای شروع رشد ترک نیاز به یک حداقل فاکتور شدت تنش است (آسانسور ای) که همان AK_{th} است. (σ_{cat})

B: روی در محور افقی درگوری اندازی σ_{cat} در آورده در A وصل می کنیم. محل تلاقی آن

$B =$ با خط موازی روم

A, B, C, D: حد حستگی نمونه فاق دار با تنش متوسط تغییرات

حستگی خوردگی:

* اثر خوردگی بر حستگی * اثر حستگی بر خوردگی * تشخیص خوردگی حستگی با استفاده از سطح مقطع

در محیط خوردنده مقاومت ناهمگراست. محیط خوردنده ← حفره های خوردگی ← نقاط تمرکز تنش زیاد

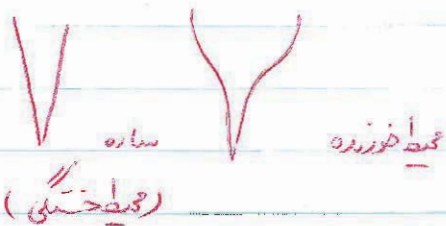
← جابجایی ترک تسریع می شود حضور تنش سطحی ← آهنگ خوردگی زیاد می شود

در محیط خوردنده لایه محافظ تشکیل می شود و بارگذاری سطحی این لایه را می کشند ← خوردگی زیاد می شود

پس خوردگی و حستگی روی هم اثر دارند.

تشخیص: با توجه به مقطع سلبت ← وجود محصولات خوردگی نشان از حستگی در محیط خوردنده

می باشد؛ تعداد ترک های حستگی نسبت به محیط ساده؛ ظاهر (شکل ظاهری ترک ها)



ابتدای ترک پس تراست بدلیل حفره ای شدن

خستگی گرمایی: Thermal Fatigue

تعریف: همیشه لازم نیست تنش خستگی خارجی باشد. یکی از منابع دیگر، تغییرات دما است.

موتور خودروها، پره‌های توربین که موقیع روشن و خاموش کردن ← اختلاف دما ← کرنش

$$l = l_0 (1 + \alpha \Delta T)$$

$$\frac{\Delta l}{l_0} = \epsilon = \alpha \Delta T$$

$$\sigma = E \alpha \Delta T$$

(الاستیک)

↑ تنش ایجاد شده ← ↑ $\Delta T, \alpha, E$

پس پارامترهای مؤثر: $\Delta T, \alpha, E$. پارامتر دیگر، فریب هدایت حرارتی است. هر چه بیشتر

باشد، مقاومت به خستگی گرمایی بیشتر می‌شود چون ΔT کمتری شود.

(مانان سخت خستگی)

خزش (Creep)

منابع:

Creep of metals at high temperature, P. Greenfield

The plastic deformation of metals, R.W.K. Honeycomb

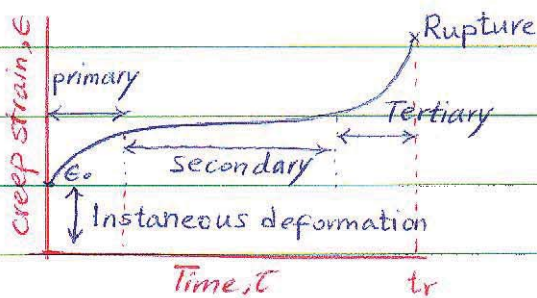
Creep, viscoelasticity and creep fracture

خزش: تغییر شکل تدریجی در یک ماده وقتی این ماده در دمای بالا تحت تنش ثابت قرار بگیرد. در دمای اتاق با اعمال تنش، بعد از مدتی تغییر شکل متوقف می‌شود یعنی وابسته به زمان نیست؛ اما در دمای بالا کرنش وابسته به زمان است و ادامه پیدا می‌کند.

منظور از دمای بالا: حدود $0.4 - 0.5 T_m$ به بعد اهمیت دارد. (T_m : نقطه ذوب در مقیاس کولن)

ماده سرب، دمای اتاق برای دمای بالایی است و تحت وزن خودش دچار خزش می‌شود.

در دمای بالا سرب ابطه عوض می‌شود: تعداد سیستم‌های لغزش بیشتر، تحرک اتم‌ها بیشتر، اتصالات آسان‌تر، صعود ناگهانی راحت‌تر، همین است استحاله فازی صورت می‌گیرد...



معنی $\epsilon - t$:

رشد مداوم تنش ثابت

بر بعضی اعمال تنش باید کرنش ناگهانی ایجاد می‌شود که جز تغییر شکل خزش محسوب می‌شود (ϵ_0)

مرحله اول: فرسنگ‌نزد یا لگاری: سبب مخفی (آهنگ فرسنگ، غ) با گذشت زمان کم می‌شود؛ تا به حداقل رسیده که شروع مرحله دوم است.

مرحله دوم: سبب ثابت است و طولانی‌ترین مرحله که ممکن است سال‌ها طول بکشد بسته به شرایط. (مرحله پایدار فرسنگ)

مرحله سوم: آهنگ فرسنگ افزایش می‌یابد. تنش و ثابت است اما تغییرات فرسنگ داریم.

چون زمان بالاست یکسری تغییرات داریم. برخی تغییرات باعث کاهش مقاومت به تغییر شکل فرسنگ می‌شوند و برخی افزایش. اگر در ما طوری باشد که نایجابی‌ها بتوانند صعود کنند، تغییر شکل راحت تر می‌شود. اگر در ما طوری باشد که رسوب درشت شوند (در صورت وجود) نایجابی‌ها راحت تر حرکت می‌کنند (فاصله مؤثر لغزش زیاد می‌شود). اگر در ما طوری باشد که رسوب ایجاد شود مقاومت به تغییر شکل زیاد می‌شود. خود تغییر شکل ایجاد کار سختی می‌کند و مقاومت به تغییر شکل را زیاد می‌کند.

* دانسیته‌هایی که مقاومت به تغییر شکل را زیاد می‌کنند در کتب فرسنگ، کار سختی نام دارد.

* " " " " " " کم می‌کنند " " " " " " بازیابی نام دارد.

در مرحله ۱: آهنگ فرسنگ با گذشت زمان کم می‌شود ← کار سختی بر بازیابی ضربه می‌کند.
(هر دو را داریم)

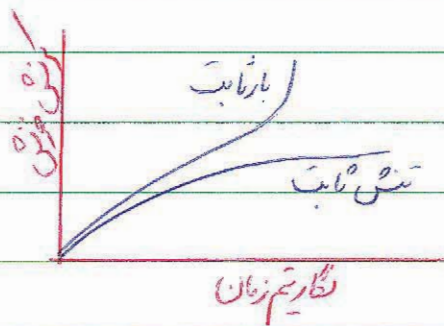
در مرحله ۲: توازن بین کار سختی و بازیابی برقرار شده ← آهنگ فرسنگ ثابت است.

در مرحله ۳: افزایش آهنگ فرسنگ ← کنترل نشده حفره‌ها در ترک‌ها یا نرزدانه‌ای

هستند که موجب افزایش آهنگ فرسنگ می‌شود. این عوامل در مراحل قبلی ایجاد شده‌اند

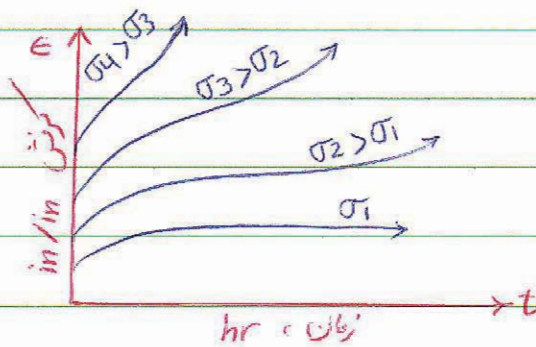
اما در مرحله سوم خودشان را نشان می‌دهند.

منحنی های تنش تحت نیروی ثابت و تنش ثابت:



نیروی ثابت است ← سطح مقطع کاهش می یابد.
 در تنش ثابت ← نیرو را کم کنیم.

اثر تنش و دما:

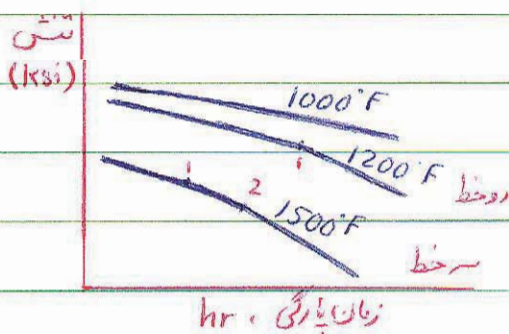


اثر دما بر منحنی تنش مساوی با اثر تنش می باشد.

در تنش های خیلی کم، ممکن است تنش توقف شود و به مرحله ۲ نرسد.

با افزایش تنش طول مراحل کوتاه می شود. در σ_4 از همان ابتدا وارد مرحله سوم می شویم. در σ_1 سکونت نداریم. در شرایط دما و تنش رضی از مراحل حذف می شوند. با افزایش دما و تنش، ϵ هم زیاد می شود. (کشش ناگهانی)

گسیختگی تنشی: stress Rupture



برای برخی مواد صاف است تغییرات خطی است.

آزمایش تنش: کبک سالها مطرح است به تنش

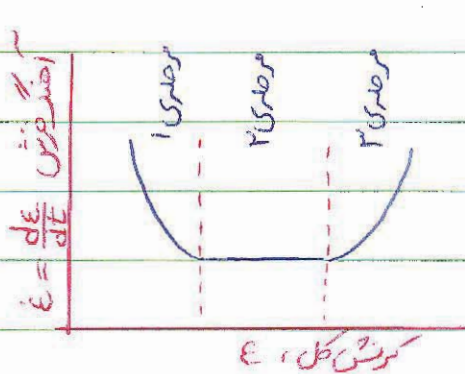
بالا تر در نظر می گیریم تا در در انفاق افتد. یعنی گسیختگی تنشی. شرط خطی بودن می توان عمر

تقریبی تنش را بدست آورد. تنش واقعی 10000hr تنش آزمایشی 2000hr: (Stress Rupture) (2000-10000 hr)



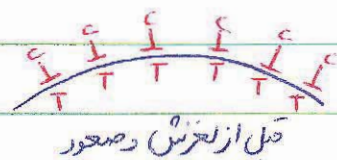
اگر آرزو بکنایه هیچ کدام نبود. در عرض واقعی تغییر شکل در محدودی ۱٪ است اما در stress Rupture تغییر شکل به 50٪ هم می‌رسد. ← ابزار برای اندازه‌گیری کرنش در حالت واقعی گران‌تر است. از نظر زمان stress Rupture بهینه‌تر است.

شکستگی در منحنی: تغییر میرا شده ترک از داخل رانه‌ها به مرز رانه‌ها. از یک زمان در مابقی به بعد میرا در داخل رانه‌ها به مرز رانه‌ها می‌آید.

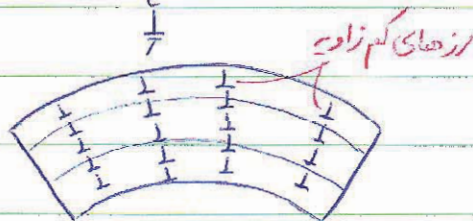
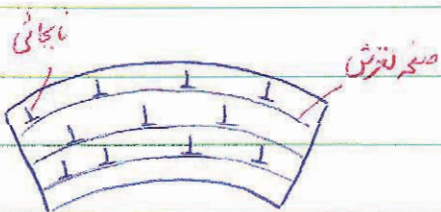


تغییرات ساختاری به هنگام فرسایش

مرحله اول: علت اصلی: غلبه کار سختی بر بازایی



بعد از لغزش و صعود



ناجایی‌های مثبت و منفی همدگر را حذف می‌کنند. ← بازایی در بخش (بارگذاری ناهمگن) ایجاد ناجایی از یک نوع (مثبت) ← مرزهای عرضی کم زاویه با مرتب شدن ناجایی‌ها

در عرض تغییر شکل ناهمگن است: برخی رانه‌ها خم می‌شوند و چون نامبالاست ← مرز عرضی ایجاد می‌شود

کارکنی در مرحله اول به ایجا فرزهای فرعی که آرائشی از نایجابی ها هستند و حرکت می کنند برای حرکت فرز فرعی نیروی بیشتری لازم است نسبت به حرکت یک نایجابی ها. دلیل دوم: احتمال برخورد فرز فرعی به موانع نسبت به یک نایجابی بیشتر است.
پس ایجا فرز فرعی مقادیر به تغییر شکل را زیاد می کند. با گذشتن زمان خطای فرز فرزهای فرعی در مرحله اول زیاد می شود پس از عددی ثابت می شود.
تنش کمتر در مابلاتر به طول فرز فرعی بیشتر خواهد بود. طول فرزهای فرعی وابسته به دما و تنش است.

مرحله دوم: لغزش مرزانه ها:

عنده بر لغزش محولی، لغزش مرزانه ها اضافه می شود؛ در مرزهای که تنش برشی \max دارد مرزهای که زاویه حدود 45° داشته باشند.

روش های اندازه گیری کرنش مرزانه ها:

$$\epsilon_c = \epsilon_s + \epsilon_{G.B}$$

\downarrow کرنش کرنش مرزانه ها
 $\epsilon_{G.B} = An\bar{\epsilon}$

(۱) روش مستقیم

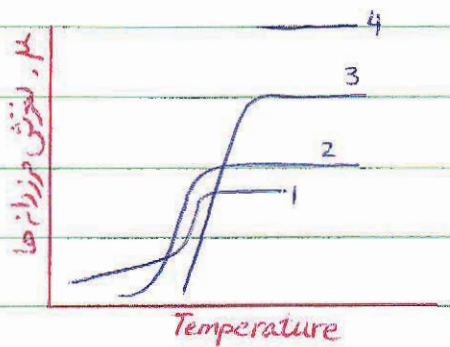
A : ثابت
 n : تعداد مرزها بر واحد طول
 $\bar{\epsilon}$: میزان متوسط تغییر مکان مرزانه ها در جهت تنش
 با سائوگرانی توانم است

(۲) روش غیر مستقیم: ابتدا کرنش حاصل از لغزش را حساب کرده و از کرنش کل کم می کنیم.

$$\epsilon_{GB} = \epsilon_t - \epsilon_s \quad \epsilon_s = (1 + \sqrt{2np} + n^2 p^2) - 1$$

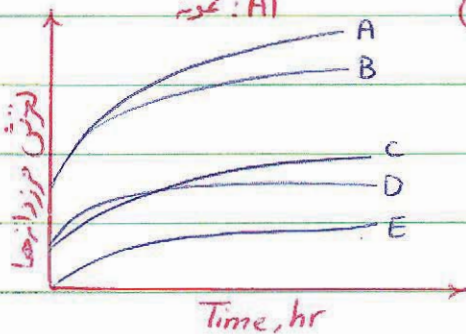
n : تعداد نوار لغزش
 p : تغییر مکان نوارهای لغزش

مرحله دوم: لغزش مرزانه‌ها



با افزایش دما میزان تغییر شکل مرزانه‌ها بیشتر می‌شود و در یک دمای معین با بزرگ کردن دانه‌ها تغییر شکل مرزانه‌ها بیشتر می‌شود.
از ۱ به ۴ دانه بزرگتر می‌شود.

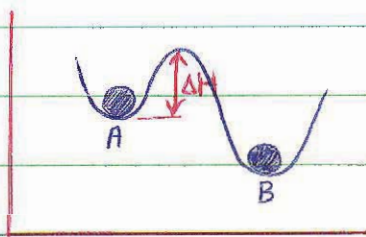
(دما ثابت) نمونه: Al



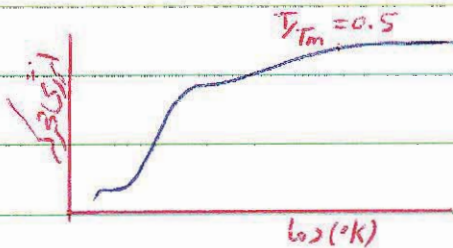
- A: 4.5 grain/mm, 1650 psi
- B: 10 grain/mm, 1100 psi
- C: 9.2 grain/mm, 1100 psi
- D: 4.5 grain/mm, 1100 psi
- E: 4.5 grain/mm, 750 psi

در فرآیند مرزانه‌ها لغزش دارند و به تنش، دما و اندازه‌ی دانه‌ها بستگی دارد.

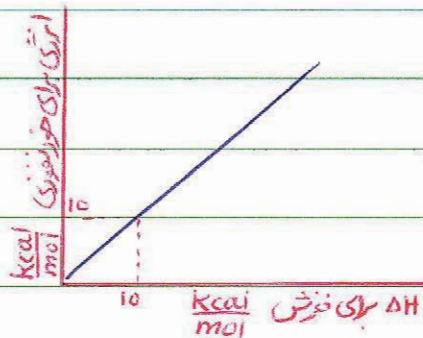
انرژی محرک حرکت:



فرآیند نیاز به انرژی محرک دارد چون در دماهای بالا مطرح است.
انرژی برای غلبه بر قله انرژی، انرژی محرک است.



از $0.5 T_m$ به بعد، انرژی محرک ثابت است و با دما تغییر نمی‌کند. به فرآیند در ΔH ثابت انجام می‌شود.



انرژی محرکه خوردش با انرژی self diffusion با هم تقریباً برابرند.

آهن α توالم کمتری نسبت به لا دارد ← انرژی محرکه کمتری دارد

$$\dot{E} = f(T, \sigma, \epsilon, m_1, m_2)$$

T: دمای مطلق σ: تنش کششی اعمالی ε: کرنش

m₁: خواص متعادلات در داخل شبکه، مثل مدول کشسان G و ساختار بلوری

m₂: عوامل متعادلات مآلودگی، مثل اندازه دانه و زیردانه، انرژی نقص انباشتی

ε: آهنگ خوردش در شرایطی دوم

$$\dot{E} = A \exp\left(-\frac{\Delta H_c}{RT}\right)$$

روش‌های اندازه‌گیری انرژی محرکه:

* روش اول Dem et al :

اگر فرض شود که در فاصله حرارتی کم، A ثابت باشد یا عبارتی مکانیم خوردش عوض نشود:

$$\dot{E}_1 = A \exp(-\Delta H/RT_1)$$

$$\dot{E}_2 = A \exp(-\Delta H/RT_2) \rightarrow \Delta H_c = \frac{R \ln \dot{E}_1 / \dot{E}_2}{\frac{1}{T_2} - \frac{1}{T_1}}$$

* روش دوم: اگر فرض شود که در یک کرنش معین، ساختار در دماهای مختلف ثابت باشد:

$$\epsilon = \alpha \left(t \exp\left(-\frac{\Delta H}{RT}\right) \right)^n$$

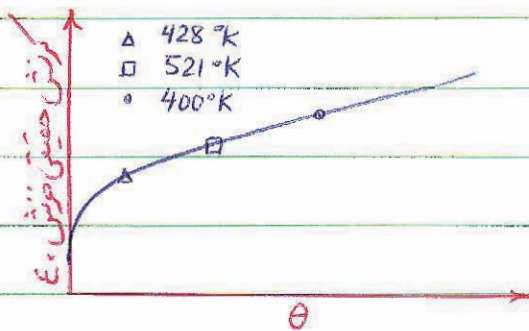
زمان رسیدن به کرنش معین مد نظر است.

$$\epsilon = \alpha (t_1 \exp(-\frac{\Delta H}{RT_1}))^n$$

$$\epsilon = \alpha (t_2 \exp(-\frac{\Delta H}{RT_2}))^n$$

Dorn پارامتر $\theta = t \exp(-\frac{\Delta H}{RT})$

$$\Delta H = R (\ln \frac{t_2}{t_1}) \ln (\frac{T_1 T_2}{T_1 - T_2})$$



مرحله سوم: ایجاد ترک‌ها و حفره‌های مرزانه‌ای:

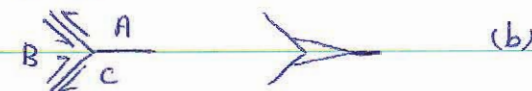
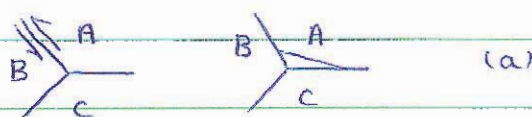
در خوش رونق ترک وجود دارد:

(1) ترک‌های گوه‌ای شکل یا نوع W (wedge cracks)

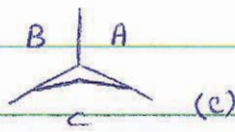
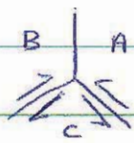
(2) ترک‌های گروی شکل یا نوع ۲

ترک‌های نوع W: معمولاً در تنش‌های بالا و دماهای کم و در اثر لغزش مرزانه‌ها و در نقاط سه‌گوش مرزها ایجاد می‌آیند. (در اثر تمرکز تنش و باز شدن مرزانه‌ها).

عکس ترک‌های W، ترک‌های ۲ است. نقاط سه‌گوش مرزانه: ۳ تا مرز به هم می‌رسند.



ترک‌های نوع W:



B و C نسبت بهم و A و C هم نسبت بهم

رشد ترک ها در جهت محور برش اعمالی است. در تنش σ نوع a, b, رشد می کند ولی c رشد نمی کند.

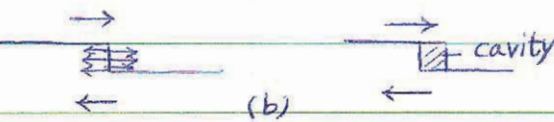
ترک های نوع r:

- در تنش های کم و در ماه های بالا
- از مرز دانه ها

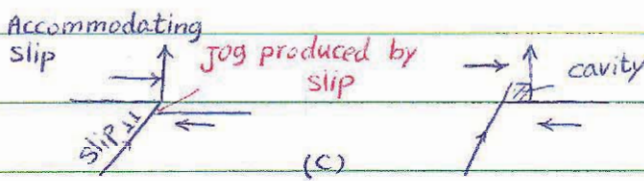
- 1- تجمع تهی جای ها
- 2- در اثر لغزش مرز دانه ها
- 3- آخال ها، زرات بازدم...



مثل نوع W



یک مرز دانه یا ناچگونی یا ضعف لغزش، پدیدار شده است



جائگ ایجاد میشود

ترک خوردن مرز دانه ها: حفره های ناشی از لغزش مرز در مرز دانه ها ایجاد میشود.

عوامل مؤثر بر نوع ترک:

- 1- تبلور مجدد: اگر همین خزش، تبلور مجدد رخ دهد چه میشود؟ یا تبلور مجدد

تراکم نایجابی کم میشود و تمرکز تنش در نقاط سه گوش کم شده و اجبار ترک نوع W به نایجابی افتد

۲- وجود زرات (آخال) در نقاط سه گوش: تمرکز تنش زیاد می شود و عمایل اجبار ترک نوع W زیاد میشود.

اگر این زرات در مرز دانه ها باشد، نایجابی ها کمتر به مرز سه گوش می رسند و نوع W کمتر اجبار

میشود اما نوع ۲ زیاد میشود



۳- غیر همگن بودن ساختار متالورژیکی (مثل آلیاژهایی که رسوب سختی شده اند):

توزیع رسوب هادر ساختار ناهمگن باشد قسمت رسوب کمتر در مرز ← نوع W

و قسمت های رسوب بیشتر: نوع ۲

۴- تنش: ترک های نوع W مکانیزم لغزش دارند ← تنش بیشتر، ترک نوع W بیشتر (در

جهت 45، تنش برشی max است)

۵- دما: نوع W جایی که لغزش کم باشد یعنی دمای پائین. در دماهای بالا (نغوز داریم) نوع ۲

$$\tau = \left[\frac{3\pi \gamma_b G}{8(1-\nu)L} \right]^{1/2}$$

تنش برشی لازم برای جابجایی ترک نوع W

قطرانه $\sim L$: طول موثر لغزش یا طول مرز

بر مبنای لغزش مرز دانه ای سه گوش

$$\tau = \frac{\pi}{2} \left(\frac{c}{d} \right)^{1/2} \left[\frac{4\gamma_b G}{(1-\nu)d} \right]^{1/2}$$

تنش برشی لازم برای جابجایی ترک نوع W

فاصله مرز دانه ها از هم = قطرانه $2d$

2c: ضخامت زره در مرز

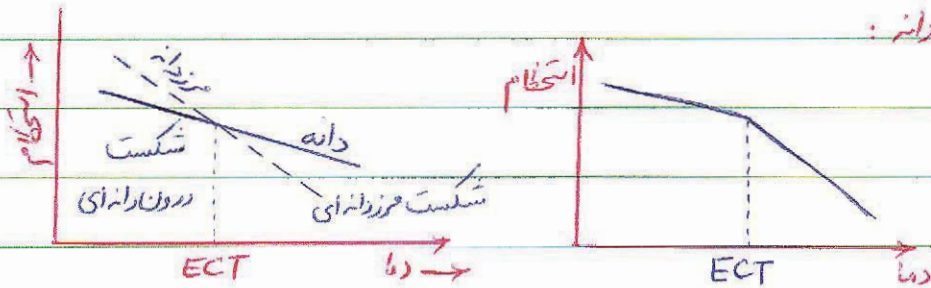
$$t_r = \frac{1}{\epsilon} \left[\frac{L \gamma 8n(1-\nu)}{Gd^2} \right]^{1/2}$$

زمان لازم برای شکست بر مبنای آهنگ خزش مرحله دوم

d: قطرانه

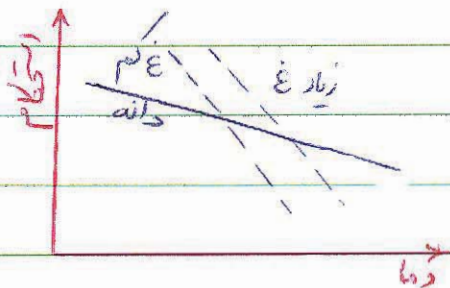
اثر عوامل مختلف بر خوشی :

۱- اندازه دانه :



در دمای کمتر از دمای هم استحکامی (ECT) شکست از داخل دانه اتفاق می افتد و مرز دانه ها قوی ترند پس دانه های بزرگ استحکام بیشتری دارد. در دماهای بالاتر از ECT مرز نقاط ضعف هستند دانه های درشت استحکام بیشتری دارند.

ECT : دمای که استحکام مرز دانه و دانه مساوی باشد. ECT با بیکری پارامترها تغییر می کند. از جمله این پارامترها، ϵ است (آهن فروزش)

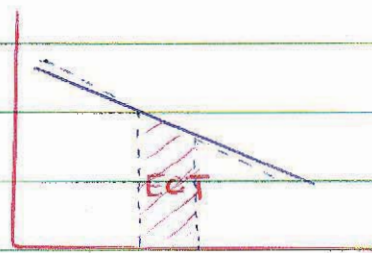


ϵ زیاد \leftarrow ECT زیاد : در دماهای بالاتر هم می توان از دانه بزرگ استفاده کرد

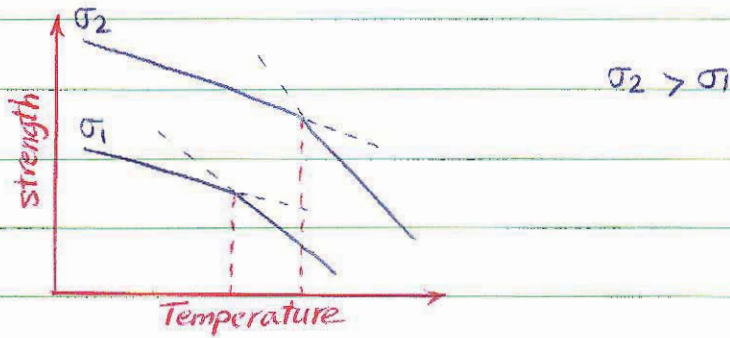
ϵ زیاد \leftarrow زمان رسیدن به ϵ خاص کمتر و در نتیجه نفوذ کم تر میشود \leftarrow ECT بالایی آورد

پارامتر دیگر، خلوص است :

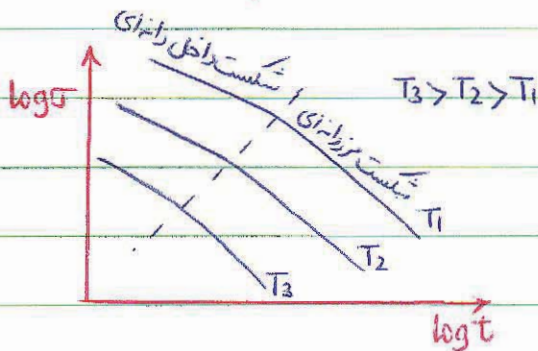
در خلوص زیاد، دمای هم استحکامی بجای یک نقطه، یک رنج میشود.
در خلوص خیلی زیاد ECT معیای ندارد



پارامتر دیگر، تنش انجالی است. تنش بالا تر بود، ECT هم بالاتر می رود.



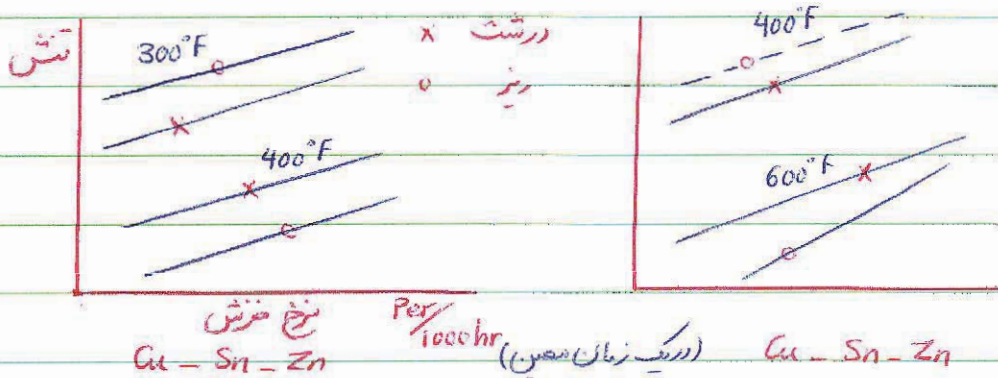
۱۷/۲/۲۲



تغییرات تنش شکست بر حسب زمان شکست در سه دمای T_i

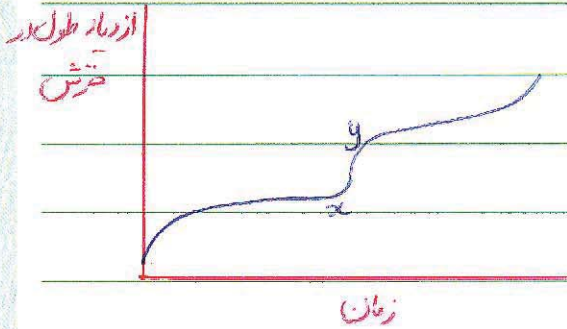
با افزایش دما، زمان شکست مرز دانه ای کم می شود.

در تنش های بالا و دمای پایین از دانه های ریز استفاده می کنیم چون زمان شکست مرز دانه ای بیشتر است. در تنش های پایین و دمای بالا از دانه های درشت استفاده می کنیم.



در شکل راست: در 400°F نرخ خوردگی دانه درشت بیشتر است. چون دمای تبلور مجدد این آلیاژ بین $300-400^\circ\text{F}$ است، آهنگ خوردگی تغییر کرده است. پس در دمای کمتر از تبلور مجدد از دانه های ریز و در دماهای بیشتر از تبلور مجدد از دانه های درشت استفاده می کنیم.

اثر بازیابی و تبلور مجدد :

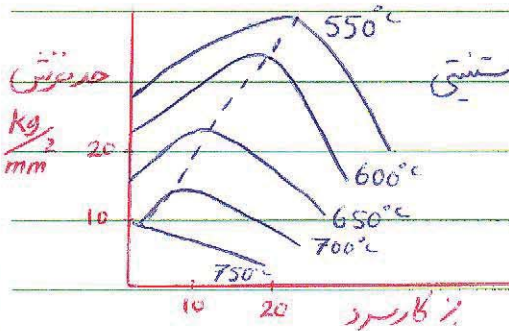


در اثر کار سرد و بعد در حرارت بالا : آئیل اگر همین خزش این فرایند اتفاق بیفتد، چه تغییری در مقاومت خزش دیده می شود؟

در فاصله x تا y یک نقطه E زیاد شده است.

بررسی ها نشان می دهد در این فاصله تبلور مجدد رخ داده است. دانته های جدید بدون تغییر شکل اند و آماده ی تغییر شکل هستند ← E زیاد میشود.

اثر تنش کرنش :



(18-8) فولاد آستنیتی

تغییرات حد خزش نسبت به میزان کار سرد
حد خزش : در تنش های کمتر از آن، خزش رخ ندهد (یا خزش قابل ملاحظه)

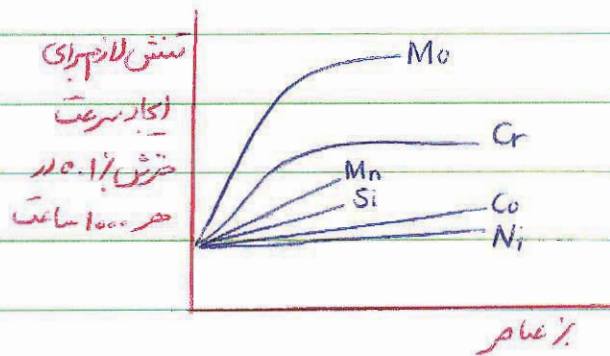
در 750°C از همان ابتدا کاهش داریم. در دمای 550°C به حد اقل کرنش نیاز داریم تا تبلور مجدد رخ دهد که مربوط به پیک یعنی است. بعد از این حد اقل کرنش، مقاومت به خزش کم میشود و پیش کرنش مضر میشود.
در 750°C، پیش کرنش کلاً مفراست.

اثر عناصر آلیاژی :

عناصر آلیاژی بصورت های مختلفی هستند :

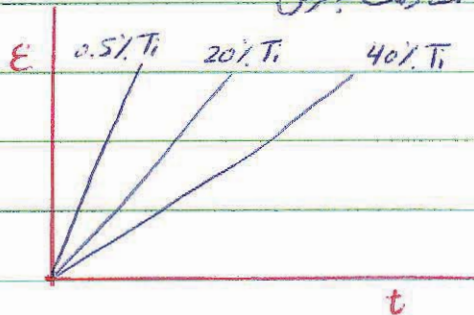
1- محلول جامد :

- مقاومت به خزش را زیاد می کند . - میزان کرنش اولیه را کاهش می دهند
- عناصری که بازیابی و تسلود مجدد را به تاخیر بیندازند موثرترند .
- اثر آنها در دمای بالا نرمه‌تر است . اندازه اثر آن ها در دمای پائین نیست .



اثر هر عنصر متفاوت است . کم میزان
اخراجی که در شبکه ایجاد می کند و اختلاف
پارامتر شبکه و ...

با افزایش درصد Ti در محلول جامد Ni-Ti ، مقاومت به خزش



دلائل :

۱- حدایش برناجائی ها و ایجاد قفل کاترل (اتم سفیر کاترل)

* ۲- اثر الاستیکی برناجائی ها

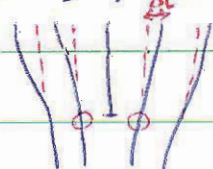
۳- حدایش در مناطق نقص چین

۴- واکنش یا تخی جای ها و ناچجائی های جاگ دار

۵- تشکیل نظم کوتاه بر و در بر

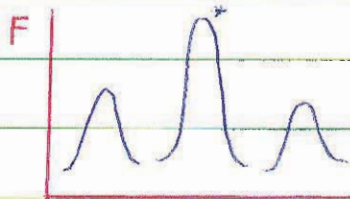
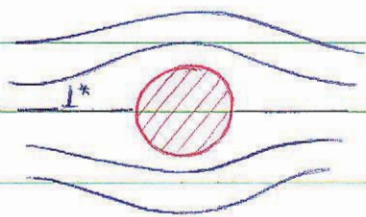
۶- حدایش بر مرز دانه ها

* عناصر آلیاژی زیر خط ناچجائی ← در محدوده ناچجائی ها ، لایه های آلی هم نزدیک تر میشوند .



به اندازه ای ΔE باید ناچجائی بیشتر حرکت کند یعنی

مقاومت بیشتر .



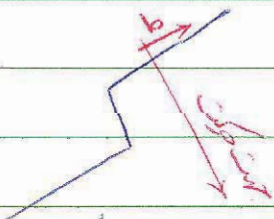
بسته به محل نایجابی، نیرو متفاوت است.
این دو مکانیزم مربوط به اثر الاستیک بر نایجابی هاست.

۳) تقاضی جدید در شبکه‌های فشرده بوجود می‌آید. مرز مناطق نقص و مناطق کامل را نایجابی‌های خرونی تشکیل می‌دهد که این نایجابی‌ها در فرآیند تغییر شکل (صعود و...) حرکت نمی‌کنند. اگر فاصله منطقه نقص کوتاه‌تر باشد احتمال ترکیب دو نایجابی خرونی وجود دارد. نایجابی کامل به مقاومت تغییر شکل کم مشهور.

با افزودن عناصر آلیاژی، اثری نقص جدید کاهش می‌یابد. (بصورت محلول جامد باشد) پس d زیاد میشود [وسعت منطقه نقص بیشتر] پس احتمال ترکیب نایجابی خرونی کم میشود و مقاومت به تنش زیاد میشود.

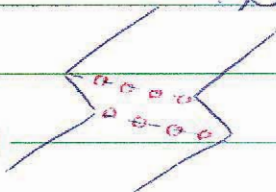


۴) برای ایجاد ترک نیاز به حرکت آبی‌جای‌ها در هم پیوستن آنها می‌باشد. اگر آنم بصورت محلول جامد داشته باشیم، آبی‌جای‌ها پر میشود و احتمال ایجاد ترک نوع ۲ کم شده و مقاومت به تنش بیشتر میشود.



جاگ در نایجابی پیچی ← پله مانع حرکت نایجابی است.
در نایجابی ساده این اتفاق نمی‌افتد چون ماهیت جاگ هم ساده است.

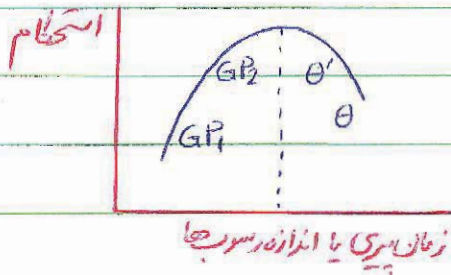
اگر قسمت پله‌ای هم زمان با حرکت نایجابی بتواند صعود کند، کل نایجابی می‌تواند حرکت کند. با صعود نایجابی، Vacancy نفوذ می‌کند. این منطقه با وجود آنم بصورت محلول جامد این نفوذ مشکل میشود و حرکت جاگ مشکل خواهد شد.



۱۶. مانع حرکت مرزدانه‌ها (لغزش) می‌شوند و ترک نوع W شکل خواهد گرفت.

2- رسوب‌ها:

اتم‌ها حل‌شونده بصورت رسوب باشد. انتظار می‌رود مقاومت به خزش زیاد شود. بحث رسوب سختی مطرح می‌شود.



باید قبل از پیک سختی باسیم تا مقاومت به خزش زیاد باشد.

$$\tau = \frac{2\alpha Gb}{d}$$

از GP_1 به GP_2 تعداد رسوب زیاد و d کم ← استحکام زیاد
از پیک بعد، رسوب‌ها درشت می‌شوند و d زیاد می‌شود ← استحکام کم
(پیش از این رسوب نداریم)

در دمای بالا، اگر قبل از پیک باسیم و در همین خزش رسوب ایجاد شود، به تقویت باسیت و مقاومت به خزش زیاد می‌شود.

رسوب‌ها اگر در مرز قرار بگیرند: جلوگیری از لغزش مرزدانه‌ای و ایجاد ترک نوع W و ...

3- ذرات پراکنده: dispersion hardening

خود اتم نیست و بصورت ذره است. معمولاً از ذرات زیر میکرونی استفاده می‌کنند: Al_2O_3

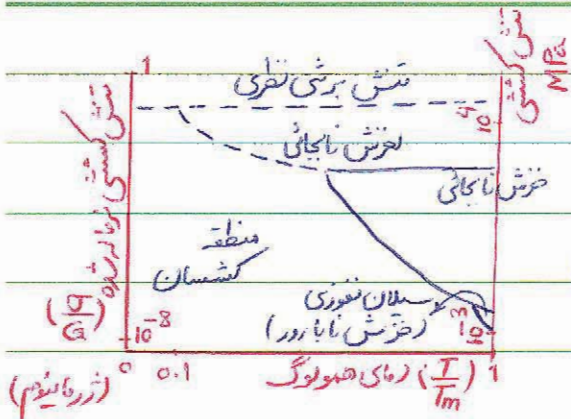
این ذرات در زمینه پخش می‌شود و مقاومت در برابر حرکت نایکالی‌ها بیشتر شده و استحکام زیاد می‌شود. هر چه فاصله بین ذرات پخش شده کمتر باشد، استحکام بیشتر می‌شود.

ذرات پراکنده در دمای بالا مقاومتشان به حل شدن بیشتر است ← اثرشان بیشتر از

رسوب‌هاست. یعنی در دمای بالا مقاومتشان را حفظ نمی‌کنند.

اما رسوب‌ها بعد از مدتی به هم می‌پیوندند و استحکام را کم می‌کنند.

مکانیزم های خوش:

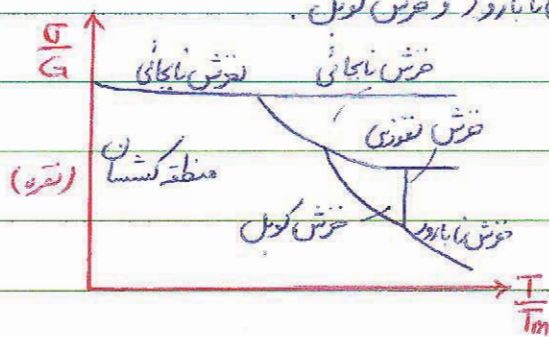


مکانیزم‌هایی توانند مستقل باشند سریع‌ترین مکانیزم در این حالت کنترل‌کننده است: کندترین مکانیزم اما اگر مکانیزم‌ها هم وابسته باشند، کندترین مکانیزم کنترل‌کننده است.

با توجه به وابستگی آهنگ خوش به دما می‌توان محلی تنش - دما را رسم کرد که نقشه‌های مکانیزم تغییر شکل نامیده می‌شود.

در دماهای بالاتر، نفوذ راحت‌تر انجام می‌شود. در تنش‌های زیاد به حد استحکام تئوری می‌رسیم. دما را به T_m (نقطه ذوب) و تنش را نسبت به استحکام برشی (σ) نرماله می‌کنیم. در منطقه کشسان، تحولی نداریم.

خورد تنش لغزنی به دو منطقه تقسیم می‌شود: خوش نابارور و خوش کوبیل.



با داشتن آهنگ خوش، می‌توان مکانیزم خوش را امید.

این نقشه برای دانستن بردی‌های متفاوت، فرق می‌کند.

خوش نایجابی:

با حرکت برگشت ناپذیر نایجابی‌ها در اثر نفوذ آبی‌جای‌ها یا لغزش تناطبی رخ می‌دهد (یا صعود یا تناطبی بسته به نایجابی: پله ای، پیچی). آبی‌جای‌ها با نفوذ تونلی در دمای متوسط یا با نفوذ حقی در دماهای بالاتر نفوذ می‌کنند. نفوذ تونلی: در عمودی خط نایجابی / نفوذ حقی: از کل بلک.

در این حالت: $\epsilon = K \sigma^n$ n : آلاان 40 هم گزارش شده است. n : بین 4 تا 6 در تنش‌های متوسط. n : بین 8 تا 12 در تنش‌های بیشتر.

خوش نایجابی نسبت به لغزنی در دماهای کمتر می‌تواند اتفاق بیفتد.

در مورد نایجابی ساره - به صعود - نایجابی پیچی - به لغزش تناطبی



- این فرآیند، کنترل شده با صعود و تقاطع هم نامیده می شود.
- شخصی به نام Ashby این فرآیند را به ۴ دسته تقسیم کرد:
- ۱- لغزش + صعود کنترل شده با نفوذ شبکه ای (فرآیند های بالا) : حرکت آبی های دریا بند
 - ۲- لغزش + صعود کنترل شده با نفوذ هسته ای (فرآیند های پایش) : در اطراف هسته های نایابی
 - ۳- فرآیند Harper-Dorn
 - ۴- نفوذ مانوان توانی

1,2 ← **نظریه تئوری** هارپر این زمینه **اسان** ← وقتی مواد در دریا بند یا لاکت تغییر شکل قرار می گیرند، با اعمال تغییر شکل سخت می شوند (کار سختی) و با گذشت زمان نرم می شوند. (دو نوع فرآیند را داریم: کار سختی - بازیابی (آزاد شدن نایابی ها از موانع با صعود یا لغزش تقاطعی) وقتی تعادلی یا تعادلی بین کار سختی و بازیابی وجود آید، فرآیند ادامه می یابد.

$$\dot{\epsilon}_s = \frac{-\partial \sigma_i / \partial t}{\partial \sigma / \partial \epsilon} = \frac{r}{h}$$

در تئوری جدید ← شبکه های نایابی هارپر به بعدی می گیرند و فرض می کنند، فرآیند فرآیند بازیابی و کار سختی که تعادلی در پی اتفاق می افتد کنترل می شود. چون در بالا است ممکن است نایابی آزاد شود یعنی بازیابی ← تغییر شکل انجام می شود. وقتی ماده گرم می شود در اثر نوسانات گرمایی تعدادی از این تقاطع ها سخت می شوند (آزاد شدن نایابی) و معمولاً در تقاطع های نایابی های بلند دارند این اتفاق می افتد. نایابی آزاد شده در رسیدن به تقاطع پدیده حرکت می کند ← تغییر شکل (لغزش) ← کار سختی این فرآیند، مداوم انجام می شود.

3 ← برخی سیاهچ سنان می دهد در تنش های - حدکافی کم فرآیند نایابی اتفاق می افتد اما $\dot{\epsilon}$ با σ رابطه خطی دارد نه توانی. این پدیده در ابتدا توسط این دو فرآیند شده در مورد Pb و Al دیده شده. مکانیزم: فرآیند حرکت شرطی رخ می دهد که چگالی نایابی ها با تنش تغییر نمی کنند.

$$\dot{\epsilon} = \rho \frac{D_{eff} G \Omega}{KT} \frac{\sigma}{G}$$

م: چگالی نایابی D_{eff} : ضریب نفوذ خوردگی G : درول برشی Ω : حجم آبی
این بریده بعد ها در تغییر نغزات نیز دیده شد.

4 ← در تنش های بلند از روی کانی بالا، مشاهده شده که قانون توانی صاف نیست و اغلب تنش نسبت به قانون توانی افزایش می یابد. چون: ناشی از انتقال از تنش (فرایند تنش) از تنش کنترل شده با صعود - سیلان کنترل شده با تنش که با تنش به طور \exp تغییر می کند.
 $\dot{\epsilon} \propto \exp(B\sigma)$

* تنش نفوذی:

$$\dot{\epsilon} = 14 \frac{\sigma \Omega}{KT} \frac{1}{d^2} D_V \left(1 + \frac{n A_B}{d} \cdot \frac{D_B}{D_V} \right)$$

تنش می تواند باعث سیلان نفوذی در داخل یا اطراف مرز دانه ها [داخل دانه یا اطراف مرز دانه] شود. این نوع سیلان، تنش نفوذی نام دارد. اگر هر دو نوع سیلان [" " "] " " [" "] اغلب تنش از رابطی بالا بدست می آید.

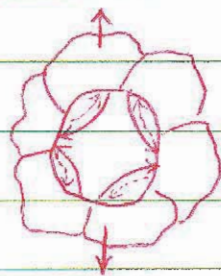
d : قطر دانه D_V : ضریب نفوذ حجمی D_B : ضریب نفوذ مرز دانه ای
 A_B : سطح مقطع مؤثر مرز دانه ای برای انتقال نفوذی.

اگر جری دروم بزرگتر از ۱ باشد، مکانیزم کوپل حاکم است. (عجله داخل پراستر)
اگر کوچکتر باشد، مکانیزم نابادو - هورینگ کنترل کننده است (نفوذ در حجم اتفاق می افتد)

تنش نابادو - هورینگ:

--- جهت حرکت مواد

- جهت حرکت
تنشی جایی؟



در تنش های پائین و دماهای بالا (جائگه اغلب تنش با تنش اعمالی تغییر می کند) این فرض مورد استفاده قرار می گیرد.

تنش با نفوذ آبی ناشی از تنش کنترل شود. این نفوذ شامل مهاجرت آبی جایی ها

از مرزهای کت کشش به مرز رانه‌های کت فشار می‌باشد. هم‌زمان آن‌ها در جهت عکس حرکت می‌کنند. این دو نفوذ باعث افزایش طول رانه‌ها و نهایتاً خوش خواهد شد. سبب غلطی آبی‌جای‌ها ناشی از کاهش انرژی تشکیل آبی‌جای‌ها در مرزهای کت کشش و افزایش انرژی در مرزهای کت فشار می‌باشد.

$$\dot{\epsilon}_s \approx \frac{75 D v b^3}{K T d^2}$$

b : بردار مرکز

رابطه مربوط به سردی دوم است.

خوش کوبی:

سائل نفوذ آبی یا یونی در طول مرز رانه‌ها (محدوده مرز رانه‌ها) است.

$$\dot{\epsilon}_s = \frac{50 D_{GB} \sigma b^4}{K T d^3}$$

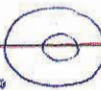
این رابطه به d (اندازه رانه) حساس تر است چون توان d ، 3 است اما در معادله 2

منبع سردی معروف: Weertman

منبع سردی معروف



منابع فعال بیشتر نابجایی



در این مکانیزم خوش، حضور لغزش نیز در بین

مرحله پدیدار خوش با منابع مختلف فرانت-رید

در صفحات لغزش مختلف و مولاری توضیح داده می‌شود.

در ماه‌ها دنتش‌های پیش، حلقه‌های صادره توسط منابع فرانت-رید

بعبت نیروی راننده حلقه‌ها متوقف شده و منبع تیر نابجایی بیشتری صادر خواهد کرد. اما در نمای بالا

حلقه‌های نابجایی صادره‌شده عمل صعود را انجام داده و به هم می‌زنند و حذف می‌شوند. → ادامه صدور حلقه‌های

بیشتر امکان پذیر می‌شود.

در این تئوری فرانت کنترل کننده سرعت خوش، صعود نابجایی‌ها می‌باشد و روابط زیر توسط

Weertman ارائه شده است:

$$\dot{\epsilon} = \frac{c \pi^2 \tau^{4.5} D}{b^{0.5} N^{0.5} G^{3.5} K T} \quad c \sim 0.25 \quad \text{در تنش های کم}$$

هم در تنش های بالا هم در تنش های کم:

$$\dot{\epsilon} = \frac{c' \pi^2 \tau^2}{G^2 b^2} \sinh\left(\frac{\sqrt{3} \tau^{2.5} b^{1.5}}{8 G^{1.5} N^{0.5} K T}\right) \quad c' \approx 1$$

سلایر مکانیزم های احتمالی:

ممکن است در اثر حضور نایجائی ها با هم ، خط نایجائی جاگ دار شود . در مورد نایجائی های جاگ ها میگویند بطور غیر Conservative حرکت کنند ← پشت آن نایجائی ، تپی جای ایجاد می شود این تپی جای ها حرکت نایجائی های جاگ دار را محدود می کنند مگر اینکه بتوانند آزادانه حرکت کنند پس فرایند کنترل کننده ، سرعت نفوذ تپی جای ها می باشد که در نمای بالا این نفوذ اتفاق خواهد افتاد

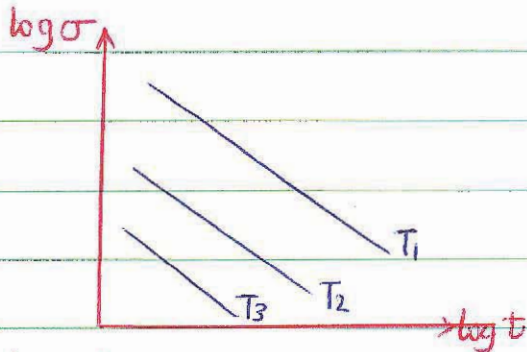
17/2/24

خرش در نمای پایش:

در معرفی ا، خرش گذرا (الطاریتی) داریم بعد از تغییر شکل ناگهانی اگر عامل محرک داشته باشیم می تواند نایجائی از مواضع آزاد شوند و به حرکت ادامه دهند ← خرش در نمای پایش با خرش معمولی برخ می دهد که با مانع کوچک هم نایجائی متوقف می شود . مانع کوچک: توده نایجائی، نایجائی ساکن در مجاورت این نایجائی ها، تنش اصطکاکی (پیرز - نابارو)

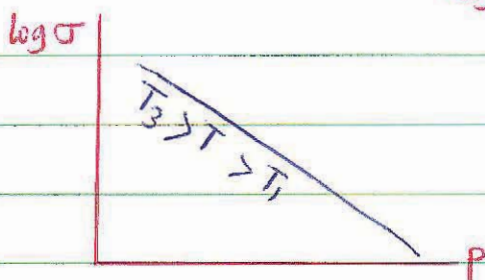
$$\epsilon = \frac{KT}{\left(\frac{\partial \sigma}{\partial \epsilon}\right) b d l} \ln(\lambda_{t+1}) \quad \text{or} \quad \epsilon = \alpha \ln(\lambda_{t+1})$$

پارامترهای دما - زمان یا پارامترهای اصلاح:



فرض: در این دما در خطوط شکستگی وجود ندارد

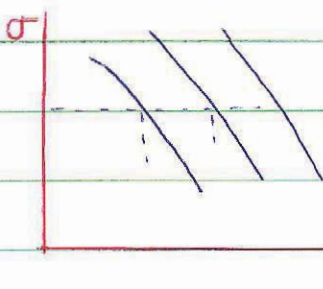
پارامتر لارسون - میلر



P در یک تنش ثابت مقدار ثابتی دارد.

$$P = T(C + \log t) \quad ; \quad C \sim 20$$

C ثابت و وابسته به ماده



پارامتر دیگر:

$$P = \log t_R - \int_0^T \left(\frac{\partial \log t_R}{\partial T} \right)_{\sigma} dT$$

t_R : زمان شکست ; P در تنش ثابت ثابت است.

$$P = \log t_R + 0.01T \quad \left(\frac{\partial \log t_R}{\partial T} \right)_{\sigma} = 0.01 \frac{1}{F}$$

$$P = \log t_R + (A + B \log \sigma)(C + DT)T = \text{رابطه دیگر: ثابت در تنش ثابت}$$

$$P = \log t_R - \frac{\Delta H}{2.3RT} \quad \text{Sherby - Dorn} \quad \text{رابطه دیگر}$$

با داشتن این روابط، اگر عمر قطعه را در یک شرایط کاری داشته باشیم، می توان عمر را در شرایط دیگر بدست آورد.

مثال - ماده‌ای طراحی شده برای دمای بالا (700°K) برای طول عمر 200 hr در تنش اعمالی ثابت، اگر دمای کاری 900°K شود، طول عمر را بدست آورید.

• بیشتر از پارامتر لارسون - میسر استفاده می‌کنیم.

$$P = T(C + \log t_R) = 700(20 + \log 200) = 16100 \text{ (K-hr)}$$

تنش ثابت است، پس P ثابت است.

$$16100 = 900(C + \log t_R) \quad ; \quad 20 + \log t_R = \frac{161}{9}$$

اعداد واقعی نیست.

اثبات رابطه لارسون - میسر در کتاب است. اگر C را بدست می‌آوریم با انجام آزمایش در دو مرحله می‌توان آن را بدست آورد.

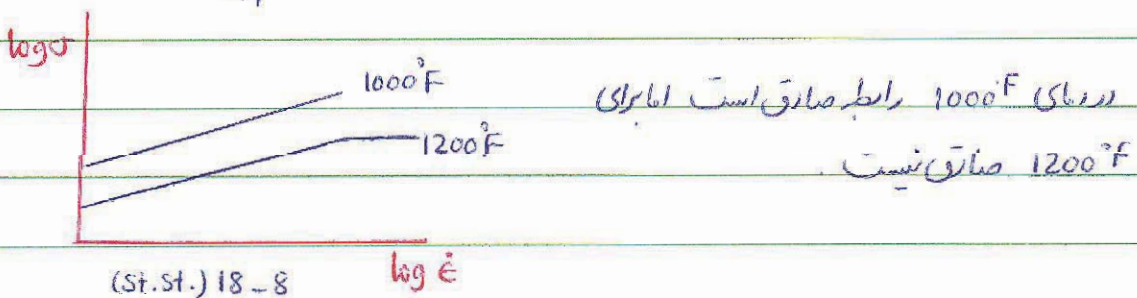
$$C = \frac{T_2 \log t_2 - T_1 \log t_1}{T_1 - T_2}$$

زمان شکست را در دمای T_2 بدست می‌آوریم

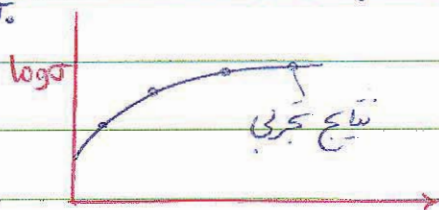
اثر تنش بر آهنگ خزش در دمای ثابت:

$$\dot{\epsilon} = \dot{\epsilon}_1 \left(\frac{\sigma}{\sigma_1}\right)^n \quad ; \quad \dot{\epsilon} = C \sigma^n$$

$\dot{\epsilon}_1$ و σ_1 : ثابت



$$\dot{\epsilon} = \dot{\epsilon}_0 \sinh \frac{\sigma}{\sigma_0} \quad \text{or} \quad \dot{\epsilon} = \dot{\epsilon}_0 \frac{\exp(\sigma/\sigma_0) - \exp(-\sigma/\sigma_0)}{2}$$



بررسیای انرژی محرکه بدست آمده است $\log\left(\frac{\dot{\epsilon}}{T}\right) = -\frac{a}{T} - b + \gamma\sigma$

$\dot{\epsilon} = k \exp(\gamma\sigma)$ → ثابت رابطه به $\gamma =$ ثابت مستقل: a, b (در T ثابت)

چه زمان از کدام فرمول استفاده می کنیم؟

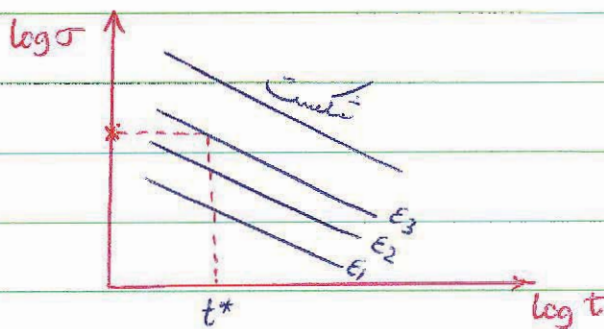
• در دمای بالا تنش کاری کم می شود. در تنش های پائین از رابطه \sinh استفاده می کنیم چون توانی صاف تر است.

• در تنش های بالا، معادلات \sinh و رابطه آخر \exp یکسان می شود.

• اگر مقدار تنش خیلی کم باشد: $\sinh x \approx x$

(خطی) $\dot{\epsilon} = \dot{\epsilon}_0 \frac{\sigma}{\sigma_0} = k\sigma$

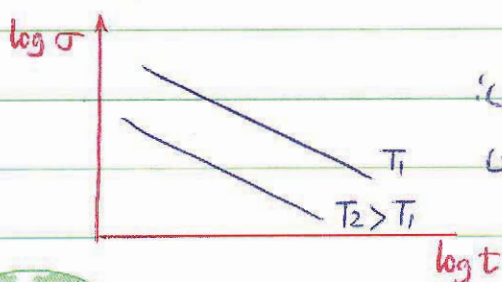
معنی های طراحی در تنش:



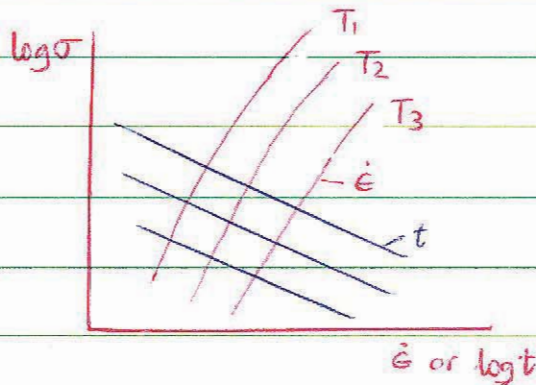
یکی از معنی های $\sigma-t$ در مقیاس لگاریتمی است. قبلاً معنی شکست را داشتیم.

قبل از اینکه قطعه به زمان t^* برسد باید قطعه عوض شود. اگر تنش مجاز به ما تحمیل شود.

اگر نخواهیم تنش مجاز را تعیین کنیم، باید در زمان t^* ، مثلاً تنش ϵ_2 را در نظر بگیریم → σ بدست می آید.

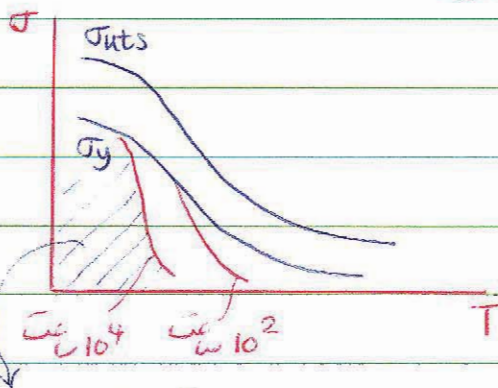


این معنی ها مربوط به شکست هستند نه کرنش خاص؛ اگر زمان را داشتیم، σ را و اگر σ را داشتیم زمان شکست را تعیین می کنیم. قبل از رسیدن به این زمان، قطعه باید عوض شود.



در یک تنش معین و برای معین، ϵ را بدست می آوریم و اگر کرنش معینی مد نظر است، زمان را می توان بدست آورد.

$$\dot{\epsilon} = \frac{d\epsilon}{dt}$$

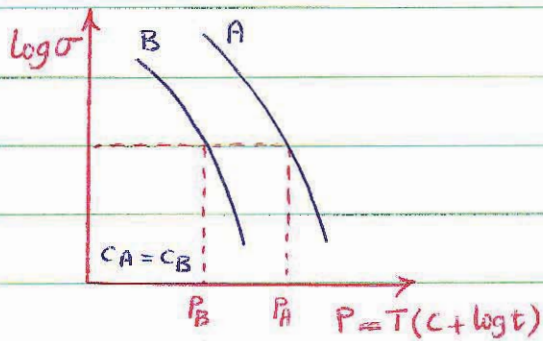


اگر زمان شکست در یک شرایط خاصی را داشته باشیم. یعنی σ_y را هم داریم تا طوری طراحی کنیم که ماده تسلیم نشود.

منطقه ای این برای زمان 10^4 ساعت

حل مسئله از قرض:

(۱) پارامتر اصلاح - مسئله حل شده کتاب

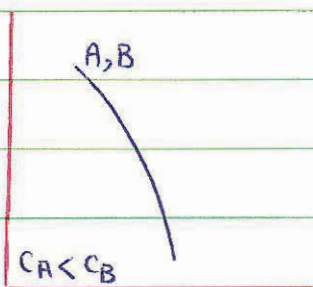


یک پیش ثابت یا یک طول عمر در نظری گرم

$$P_A > P_B$$

$$T(C_A + \log t_A) = T(C_B + \log t_B)$$

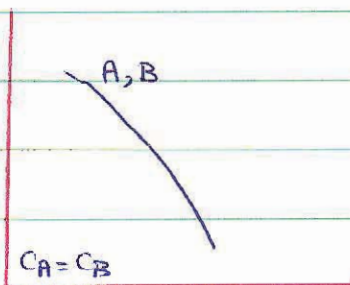
→ $t_A > t_B$ ماده A مناسب تر است



$$C_A < C_B \rightarrow \log t_A > \log t_B$$

$$\rightarrow t_A > t_B$$

طول عمر ماده A بیشتر است.



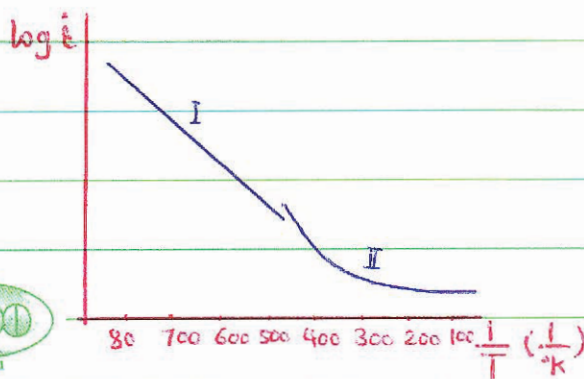
$$P_A = P_B \rightarrow C_A = C_B$$

$$\rightarrow \log t_A = \log t_B$$

$$\rightarrow t_A = t_B$$

A و B فرقی نمی کنند

(۲) مسئله ۱ فصل ۵



$$E_s = A \exp\left(-\frac{\Delta H}{RT}\right)$$

$$T_m = 1000 \text{ K}$$

اعداد روی محور، خود بنا است

کار که امیک درست است؟



در مقیاس لگاریتمی، رابطه خطی است. تحقق II تایید جایی خطی است و از یک سری به بعد غیر خطی می شود چون ΔH از آنجا به بعد ثابت نخواهد بود.

پس کار خودو تحقق درست است. شیب: $\frac{-\Delta H}{2.3 R}$

3) مسد 7 از فصل 5

$$\dot{\epsilon}_s = K \sigma^n \exp\left(-\frac{\Delta H}{RT}\right)$$

در تنش ثابت: $\dot{\epsilon}_s = A \exp\left(-\frac{\Delta H}{RT}\right)$ $T_1 = 550 K$ $T_2 = 750 K$

هر دوی این دماها، $T > 0.5 T_m$ است \leftarrow ΔH ثابت خواهد بود. ΔH معلوم است. با دو معادله در دو مجهول، $\dot{\epsilon}$ و A بدست می آید.

4) مسد 9 از فصل 5

A: $t_R = 800 \text{ hr}$ $T = 700^\circ C$

B: $t_R = 100 \text{ hr}$ $T = 725^\circ C$ $C = 20$

$P_A = 973 (20 + \log 800) = 22285$ P ثابت خواهد بود

$22285 = 998 (20 + \log t_A) \rightarrow t_A = 213 \text{ hr}$

پس در تنش در مادی A تغییر می آید.

مسد 7 از ترمین ها: 10000 psi , $t = 3 \text{ years}$, $T = 427^\circ C$

$\dot{\epsilon}_p = 3 \times 10^{-40} \sigma^8 \text{ (psi) } \frac{1}{\text{hr}}$, $E = 22.5 \times 10^6 \text{ psi}$

در واقع این مسد فرایند از تنش است $\epsilon_t = \epsilon_e + \epsilon_p =$ عدد ثابت

$\rightarrow \epsilon_t = \frac{\sigma}{E} + \epsilon_p = \text{ " } \rightarrow \frac{d\sigma}{E dt} = -\dot{\epsilon}_p$

$3 \times 10^{-42} \sigma^8 = -\frac{1}{E} \frac{d\sigma}{dt}$



لازم است در صورتی که

$$\sigma^{-8} d\sigma = -3 \times 10^{-42} \times 22.5 \times 10^6 dt$$

$$\int_{10000}^{\sigma} \sigma^{-8} d\sigma = -3 \times 10^{-42} \times 22.5 \times 10^6 \int_0^{3 \times 365 \times 24} dt \rightarrow \sigma \text{ برست می آید}$$

σ کمتر از ۱۰ ksi خواهد شد چون نامناسب است \rightarrow ناکافی ها از نسبت موافق آزاد می شوند.



دانشگاه صنعتی شریف
دانشکده مهندسی و علم مواد

نمونه مسائل

خواص مکانیکی (۲)

تدوین:
دکتر علی اکبر اکرامی

۸۴۱۰۴۳۲۸

شهریور ۸۵

فصل اول: مبحث شکست

۱-۱- صفحه‌ای بزرگ دارای ترکی بیضی شکل با مشخصه $\frac{a}{b} = 4$ می‌باشد (a نصف قطر بزرگ و b نصف قطر کوچک است). اگر این صفحه تحت تنش σ عمود بر محور بزرگ ترک قرار گیرد

الف- تنش در راس ترک را بدست آورید

ب- اگر این ترک به یک ترک دایره‌ای شکل و به شعاع a تغییر کند، درصد تغییرات تنش در راس ترک را محاسبه کنید

۲-۱- فولادی دارای $G = 200 \frac{lb}{in}$ می‌باشد. میزان تنش شکست در یک صفحه نازک که 12in عرض دارد و شامل ترکی مرکزی به طول $2a = 0.5in$ می‌باشد را حساب کنید (P-Stress)

الف- اگر طول ترک $2a = 2in$ باشد، میزان تنش شکست چقدر است

ب- اگر ضخامت صفحه به 5in افزایش یابد، G به $100 \frac{lb}{in}$ کاهش می‌یابد. تنش شکست را در این حالت برای ترکی به طول 0.5in بدست آورید

۳-۱- ورقه‌ای از فولاد دارای استحکام کششی 1950MPa می‌باشد. اگر این ورق دارای ترکی مرکزی به طول $2a = 4mm$ و عمود بر جهت تنش باشد، درصد کاهش استحکام را برای این فولاد بدست آورید

$$E = 200GPa, \gamma_s = 2 \frac{J}{m^2}, \gamma_p = 2 \times 10^4 \frac{J}{m^2}$$

۴-۱- ورقه‌ای از شیشه به ابعاد $2m \times 200mm \times 2mm$ دارای ترکی مرکزی و به موازات عرض ورق می‌باشد. نیروی 500Kg که باعث تنش کششی می‌شود، عمود بر صفحه ترک اعمال می‌شود. مینیمم طول ترکی را که منجر به شکست قطعه می‌شود در دو حالت زیر بدست آورید

الف- حالت P-Stress

ب- حالت P-Strain

$$E = 60GPa, \gamma_s = 0.5 \frac{J}{m^2}, \nu = 0.25, \sigma_F = 170MPa$$

۵-۱- ماکزیمم تنش کششی ناشی از خمش ماده‌ای حدود 39KPa می‌باشد. اگر مدول الاستیسیته به

سرعت کرنش وابسته باشد و رابطه $E_{(MPa)} = 1.11 \varepsilon^{0.29}$ برقرار می‌باشد. طبق این رابطه و سرعت کرنش