

破壞力學의 基礎와 破壞制御에 의 應用 (I)

劉憲一・沢木洋三
(國民大 工大・東北大學 工學部)

rathy 를 표시한다.

1. 序論

金屬材料의 破壞에 대해 옛부터 많은 研究가 행해져 왔다. 그러나 實際의 構造部材에 따라서는 그 破壞가 순간적으로 생기는 경우가 많아서 그 機構를 實驗的으로 파악한다는 것은 어렵다. 그러나 最近 電子顯微鏡의 進步로 破壞面을 觀察하는 일이 쉬워지고 破壞過程이나 그 微視機構가 더욱 忠實히 見혀지므로서 electronmicro-fractography 라 불리우는 學問體系가 形成되기에 이르렀다.

또한 20數年사이에 비약적인 발전을 한 破壞力學은 龜裂進展에 대한 抵抗이 材料固有의 價으로 표시될 수 없을까 하는 생각에서 體系化되어 fractography 가 定性的인 情報를 주고 破壞와壽命의豫想은 破壞力學을 基礎로 定量的으로 取扱하게 되었다.

따라서 本 解說에서는 金屬材料의 破壞와 fractography 에 대해 說明하고, 破壞力學의 基礎的概念에 관해서 解說하고, 最後로 하나의 應用으로 破壞事故의 事故例解析(case study)에 대한 概説을 하기로 한다.

2. 金屬材料의 破壞와 Fractography

金屬材料의 破壞를 外的條件으로 靜的破壞 및 動的破壞로 大別하여 각각의 特徵과 그 fractog-

1. 靜的破壞

1) 延性破壞

延性材料를 引張했을 때 破斷까지의 荷重-伸長量曲線을 나타내면 그림 1(a)와 같다. 彈性變形에서는 荷重을 없애면 완전히 원래의 狀態로 되돌아가나 塑性變形을 하면 荷重을 없애도 원래의 狀態로 되돌아가지 않는다. 塑性變形의 代表的인 機構로서 그림 1(b)에 나타난 것과 같이 金屬結晶格子의 特定面의 미끄럼을 들 수 있다.

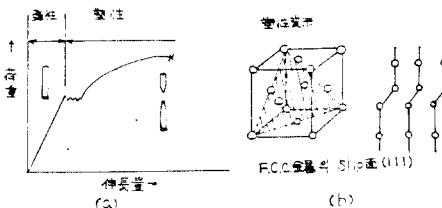


그림 1(a) 延性材料의 荷重-伸長量曲線
(b) FCC 金屬의 Slip面

이와같이 變形이相當히 생기고 난후(塑性變形) 破壞하는 것을 延性破壞라 한다. 그 微視機構는 그림 2(a)에 표시한 바와 같이 微少空洞의 合體로 되는 粒內破壞이다.

또한 fractography 는 그림 2(b)⁽¹⁾에 나타난 바와 같이 等軸의 dimple pattern 으로 되어 있다.

이 dimple pattern 은 荷重을 겨는 方法에 따라 달라지며 예를 들면 그림 3(a)⁽¹⁾와 같이 剪

◎ 解說

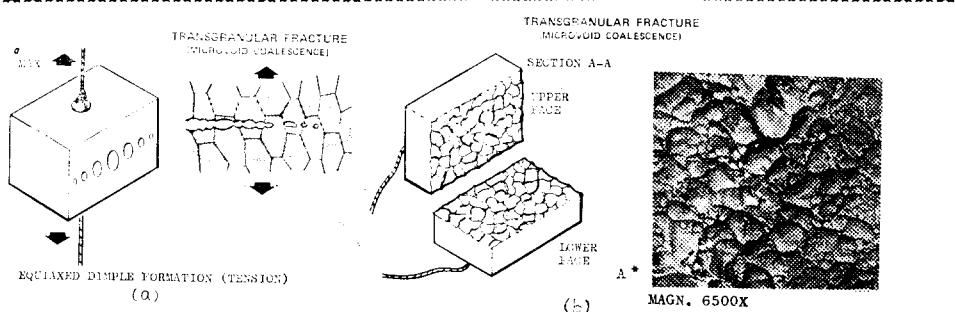


그림 2(a) 引張時 微少空洞에 의한 粒內破壞 (b) 粒內破壞

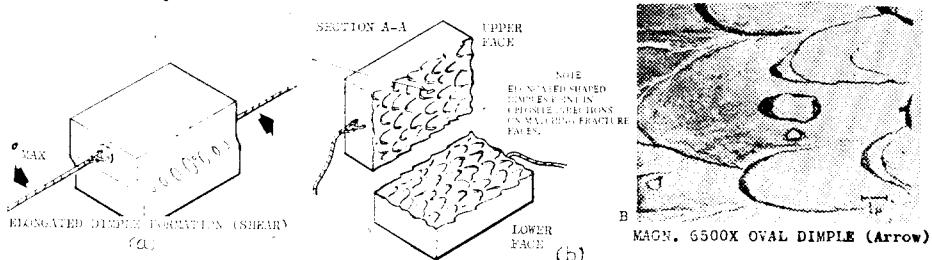


그림 3 剪斷에 의한 破壞

斷荷重의 경우 dimple은 그림 3(b)와 같이 길게 늘어난 모양이 되며 破面의 上下面是 그 方向에 逆으로 된다.

또 같은 引張이라도 그림 4(a)⁽¹⁾처럼 試片의 端面가까이에서 荷重이 걸리는 경우 fractography는 그림 4(b)⁽¹⁾처럼 길게 늘어난 dimple이

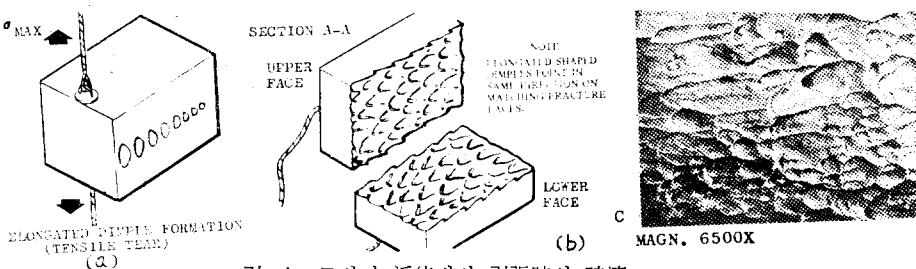


그림 4 모서리 近傍에서 引張時의 破壞

되나 對應되는 上下的 破面은 그 方向이 같다.

ㄴ) 脆性破壞

脆性材의 荷重-伸長量曲線은 그림 5와 같다

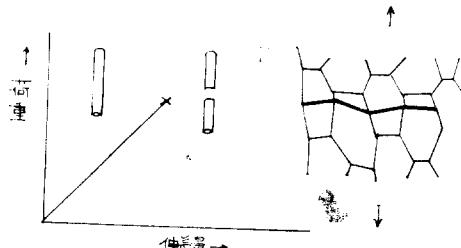


그림 5 脆性材料의 荷重-伸長量曲線

이 경우 破壞에 앞서 생기는 塑性變形은 거의 볼 수 없다. 微視的으로는 延性破壞와 마찬가지로 粒內破壞이지만 그림 6에 나타난 바와 같이 原子의 配列에 따라 정해지는 特定의 裂開面에서 原子가 分離하므로 結晶粒마다 方向이 조금씩 다른 facet과 불리우는 平坦한 破面이 된다.

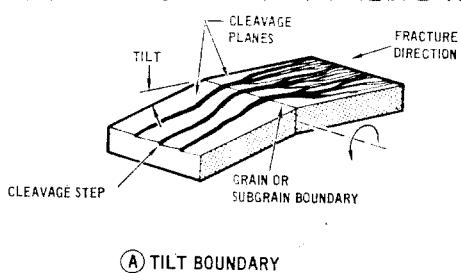
實際로는 同一結晶粒內에서도 單一裂開面으로 破斷하는 경우는 드물고 平行한 몇 개의 裂開面으로 생기기 때문에 裂開面의 境界에는 段이 생긴다(cleavage step). 그림 7⁽¹⁾과 같이 破壞의

破壞力學의 基礎와 破壞制御에의 應用 (I) ◎



그림 6 BCC 金屬의 劈開面

進行方向에 따라 작은 段들이 合流하여 큰 段이 이루워진다. 이것은 河川의 支流, 本流의 모양과 유사하므로 river pattern 라 한다. 하나의 結晶粒에서 다음 結晶粒으로 破壞가 進行할 때 結晶粒마다 原子의 配列이 다르므로 이 river pattern도 약간 다른 모양을 갖게 된다.例를 들면 그림 7과 같이 여러 原子面의 角度가 다른 粒界에서는 river pattern이 대략 連續된 것으로



(A) TILT BOUNDARY

그림 7 亞結晶粒子와 粒界의 影響을 나타낸 劆開破壞

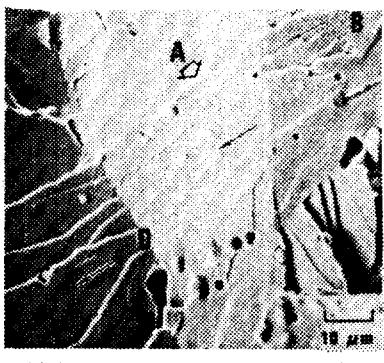


그림 8 劆開破壞 (A) 劆開段, (B) river pattern, (C) Tilt 粒界, (D) Twist 粒界, 가는 화살은 破壞方向을 나타냄⁽¹⁾

로 나타나지만(그림 8:C) 그림 9와 같이 原子面이 비틀린 粒界에서는 連續된 것으로는 나타나지 않는다(그림 8:D).

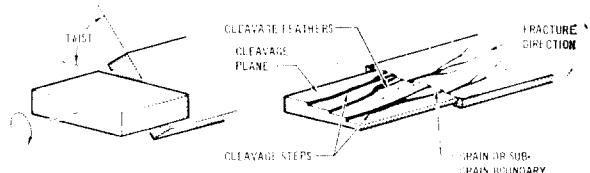


그림 9 Twist 粒界

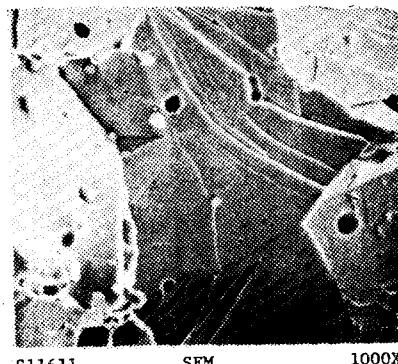


그림 10 劆開破壞時 銛은 화살이 twist 粒界를 나타내고 가는 화살은 破壞方向을 나타냄⁽¹⁾

또 그림 11과 같이 劆開段사이에 가는 것 털 모양이 보인다. 이것을 cleavage feather 라 한다.

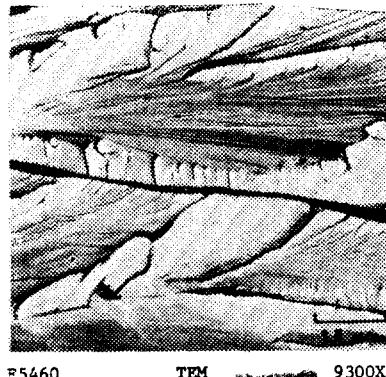


그림 11 Cleavage feather. 화살은 破壞始發點을 나타냄⁽¹⁾

이것 외에 脆性破壞의 特徵으로 그림 12와 같이 tongue이 있다.

◎ 解說

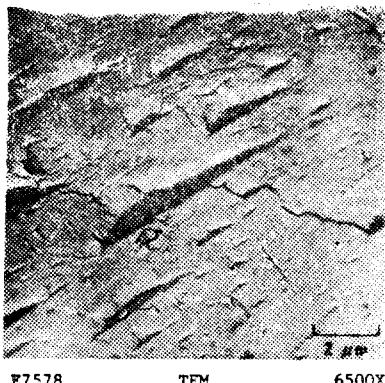


그림 12 褐色疲劳破壊로 생긴 tongue 을 나타낸⁽¹⁾

2. 動的破壊

1) 疲勞破壊

2.1에서 表示한 靜的破壊를 이르키는 荷重보다 낮은 荷重이라도 이것을 負荷, 除荷하면서 반복하면 그림 13처럼 어떤 定해진 사이클數에서 破壊가 일어난다. 이것을 疲勞破壊라 한다.

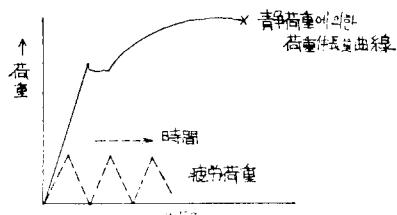


그림 13 疲勞荷重사이클

이 경우 fractography의 特徵으로 그림 14와 같은 striation을 들 수 있다.

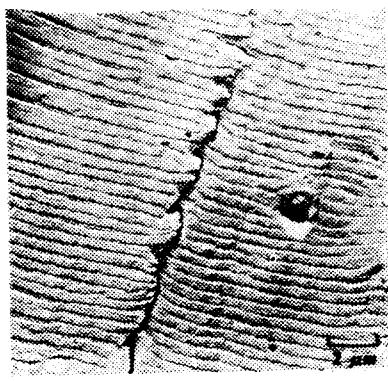


그림 14 龜裂傳播時 形成되는 疲勞 striation.⁽¹⁾

Striation의 形成은 그림 15에 模式的으로 나타낸 것처럼 荷重의 負荷사이클 때의 開口, 除荷사이클 때의 龜裂의 閉口와 關連이 있다.

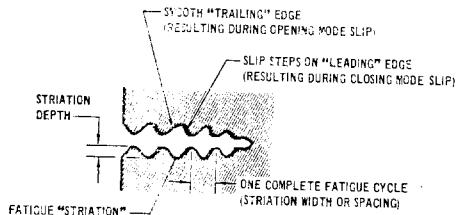


그림 15 疲勞 striation의 模式圖⁽¹⁾

龜裂先端에서는 幾何學的不連續때문에 밖에서 가해진 應力보다 應力集中으로 말미암아 훨씬 높은 應力狀態가 이루워진다. 따라서 龜裂先端에서는 塑性變形이 생기는 領域이 있다(塑性域). 이塑性變形의 程度는 材料에 따라 다르므로 striation의 形態도 材料에 따라 다르고 延性材인 경우 延性 striation(그림 16(a)) 또 脆性材인 경우 脆性 striation(그림 16(b))과 불리우는 形態를 나타낸다.

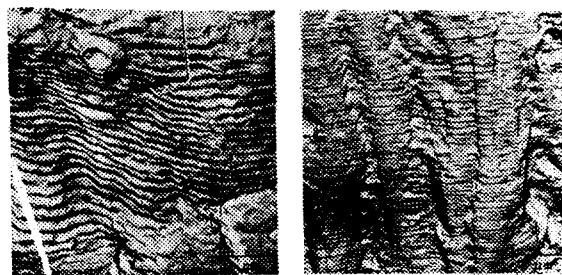


그림 16 (a) 室溫에서 形成된 延性 striation⁽¹⁾

(b) 어닐링된 302 스테인레스鋼의 800°F(427°C)에서 形成된 脆性 striation 화살은 龜裂傳播方向을 나타냄⁽¹⁾



그림 17 疲勞破壊面의 tire track⁽¹⁾.

또 疲勞破壞의 特有한 形態로 tire track 이 있다.

3. 環境에 依한 破壞

ㄱ) 遲延破壞

一定한 靜的引張荷重을 負荷했을 때 그 순간에는 破壞하지 않으나 어느 時間이 지나면 突然破壞하는 경우가 있는데 이것을 遲延破壞(delayed fracture)라 한다.



그림 18 遲延破壞

高強度鋼이 水素雰圍氣中이거나 鋼이 水素에 의해 일어나는 水素脆化와 腐蝕性環境中에서 일어나는 應力腐蝕갈라짐(stress corrosion cracking)이 있다. 이것의 fractography의 特徵은 粒界갈라짐이다.

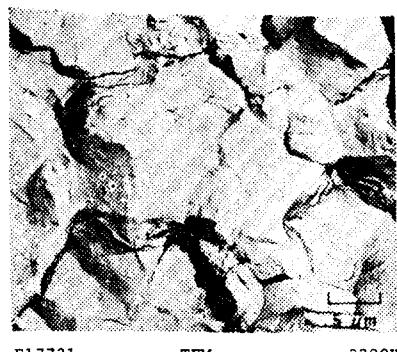


그림 19 應力腐蝕갈라짐⁽¹⁾

3. 破壞力學의 理論

1. 破壞力學의 基本概念

構造部材에는 溶接缺陷, 非金屬介在物 등과 같은 潛在的 龜裂이 存在하거나 使用中疲勞에 의한 龜裂이 發生하는 일이 있다. 이런 龜裂이

다음의 點檢, 補修의 機會까지 延展하지 않으면 部材의 安全은 確保되었다고 생각할 수 있다. (이런 設計思想이 fail-safe 設計라 한다.)

따라서 龜裂進展에 대한 抵抗이 材料固有의 強度로 나타낼 수 있거나 또 最終急速破壞를 이르칠 때의 限界龜裂길이가 計算에 의해 구할 수 있다면 安全設計面에서 信賴性이 높은 設計를 할 수 있다. 이런 생각에서 破壞力學이라는 概念이 생겨났다.

ㄱ) Griffith의 理論⁽²⁾

中央에 길이 $2c$ 의 龜裂를 가진 平板彈性體에 負荷應力 σ 를 亘 狀態에서 兩端을 剛性的으로 支持하여 變位를 一定하게 유지한다. 이런 狀態에서 龜裂이 傳播하는 條件을 求해 본다.

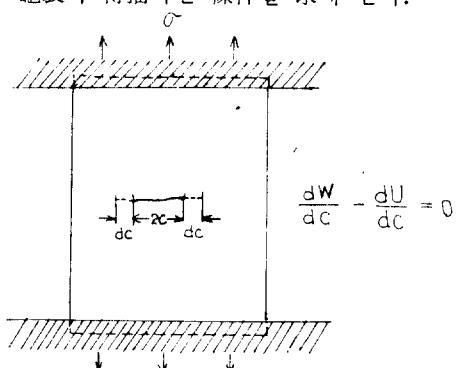


그림 20 兩端은 剛性的 支持를 한 龜裂을 가진 平板彈性體

지금 σ 의 應力이 亘 變位 ε 가 생겨 이 平板에는 弹性變形에너지가 저장된다. 이 弹性變形에너지를 消費하므로서(解放한다) 龜裂이 dc 만큼 進展하였다고 하자 이런 狀態에서 새로운 表面이 形成되고 그만큼의 表面에너지가 增加하게 된다. 따라서 龜裂이 一定應力 σ 下에서 傳播가 開始하는 경우에는 弹性變形에너지의 減少量(解放量) dU 와 表面에너지의 增加量 dW 가 平衡되어야 한다. 그러므로 破壞의 エネルギ條件은 다음과 같이 表示된다.

$$\frac{dW}{dc} - \frac{dU}{dc} = 0 \quad (1)$$

表面에너지의 龜裂이 左右로 dc 씩 擴大된다면 $4dc$ 의 新로운 龜裂面이 만들어지므로 單位

◎ 解 說

面積當의 材料固有의 表面에너지 γ_s 를 라면

$$dW = 4\gamma_s dc \quad (2)$$

한편 弹性變形에너지의 解放量 dU 는 다음과 같이 생각한다. 平板은 弹性體이므로 應力과 變形率의 關係는 그림 21에 나타난 바와 같이 原點을 지나는 直線으로 表示된다. (Hooke's law)

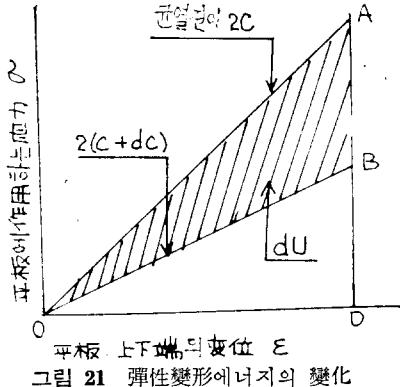


그림 21 弹性變形에너지의 變化

龜裂길이 $2c$ 的 平板에 應力 σ 를 걸어 變位가 D 에 도달했을 때 兩端을 固定하였다면 이 平板에 저장된 弹性變形에너지 U_{2c} 는

$$U_{2c} = \int_0^D \sigma d\varepsilon = \Delta OAD$$

이다.

龜裂길이가 긴 試片일수록 一定荷重下에서의 伸長量은 크므로(板幅은 같다) 길이가 $2(c+dc)$ 의 龜裂을 가진 試片쪽이 $2c$ 의 龜裂을 가진 試片보다 變形量이 커서 變形하기 쉽다. 따라서 이 때의 $\sigma-\varepsilon$ 直線은 OA 보다 밑의 OB 로 表示된다. 따라서 龜裂이 左右로 dc 만큼 擴大된 狀態의 平板에 저장되는 弹性變形에너지 $U_{2(c+dc)}$ 는

$$U_{2(c+dc)} = \int_0^D \sigma d\varepsilon = \Delta OBD$$

이다. 그러므로 龜裂擴大에 따라 試片에 저장되는 에너지는 ΔOAB 만큼 減少된다. 이 에너지가 dU 로 弹性變形에너지의 解放量이다.

이 弹性變形에너지의 弹性論에 의한 計算을 하면

$$U = \sigma^2 \pi c^2 / E$$

E : 縱彈性係數

이면

$$\frac{dU}{dc} = 2\sigma^2 \pi c / E \quad (3)$$

에 따라 (1) 式은

$$2\gamma_s - \frac{\sigma^2 \pi c}{E} = 0 \quad (4)$$

i) 되므로 破壞強度 σ 는

$$\sigma = \sqrt{(2E\gamma_s)/\pi c} \quad (5)$$

으로 表示된다. 三次元的 龜裂, 例를 들면 반지름 c 인 圓板狀 龜裂(penny shaped crack)에서는

$$\sigma = \sqrt{(2E\gamma_s)/\pi(1-\nu^2)c} \quad (6)$$

이 된다.

이상은 龜裂을 가진 弹性體의 破壞強度에 대해 말했으나 이 理論으로 求한 破壞強度는 많은 경우 實測值보다 아주 낮은 것으로 이 생각으로는 破壞強度를 說明할 수는 없다.

以後 Orowan⁽³⁾과 Irwin⁽⁴⁾은 1948年에 塑性變形을 포함하는 경우 이 變形이 破面의 얕은 層에 局限되어 있다면 (5)式의 γ_s 에 塑性表面의 γ_p 를 加한 것을 사용하여 破壞應力 σ 는

$$\sigma = \sqrt{2E(\gamma_s + \gamma_p)/\pi c} \quad (7)$$

으로 표시했다(Griffith-Orowan-Irwin의 式).

말하자면 龜裂이 單位길이 만큼 擴大하는 경우 새로운 表面을 만드는데 필요한 에너지뿐만 아니고 龜裂先端近傍의 塑性域內에서 하여진 塑性의 $(2\gamma_p)$ 도 (1)式의 第2項, 弹性變形에너지가 負擔하지 않으면 안된다. 實際上 脆性的이라고 생각되는 破面도 X線 등으로 상세히 살펴보면 塑性變形層의 存在를 인정하게 되는 것이 많다. 一般的으로 γ_s 는 10^3 erg/cm^2 의 order이지만 γ_p 는 일반적으로 γ_s 보다 훨씬 큰 값을 갖는다. 그후 1957年에 와서 Irwin⁽⁵⁾은 (7)式의 應力擴大係數로 표시되는 것을 주장했다.

l) 應力擴大係數(stress intensity factor)

지금 그림 22와 같이 龜裂을 가진 要素에 y 軸方向으로 σ 의 應力이 作用하고 있다.

이 경우 龜裂先端近傍에서 y 軸方向의 應力分布는 弹性論에 따라 다음과 같이 表示된다.

$$\sigma_y = \sqrt{\frac{c}{2r}} \sigma \cos \frac{\theta}{2} \left(1 + \sin \frac{\theta}{2} \cdot \sin \frac{3\theta}{2} \right) \quad (8)$$

破壞力學의 基礎와 破壞制御에의 應用 (I) ◎

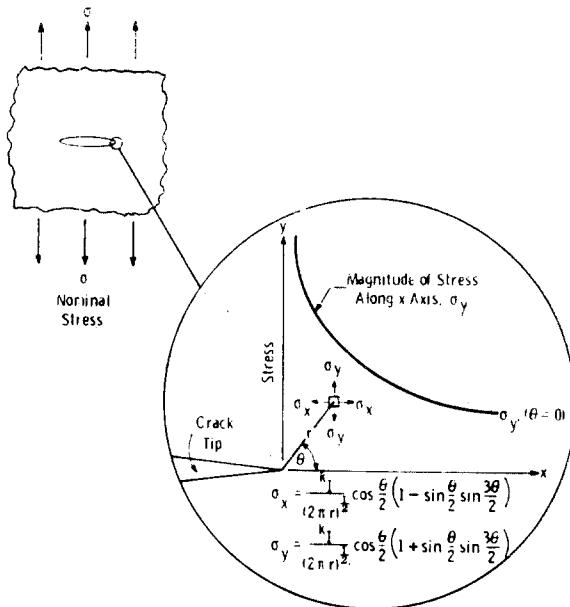


그림 22 龜裂先端近傍에서의 彈性應力分布

윗 式은 다음과 같이 쓴다.

$$\sigma_s = \frac{\sqrt{\pi c}}{\sqrt{2\pi r}} \sigma \cos \frac{\theta}{2} \left(1 + \sin \frac{\theta}{2} \cdot \sin \frac{3\theta}{2} \right)$$

여기서

$$\sqrt{\pi c} \cdot \sigma = K \quad (9)$$

으로 둘으면 (8)式은

$$\sigma_s = \frac{K}{\sqrt{2\pi r}} \cos \frac{\theta}{2} \left(1 + \sin \frac{\theta}{2} \cdot \sin \frac{3\theta}{2} \right) \quad (10)$$

으로 쓸 수 있다. (9)式의 K 을 應力擴大係數라 한다. (10)式으로부터 알 수 있는 바와 같이 龜裂先端의 어떤位置(r, θ 에 의해決定)의 應力은 K 만에 依存하고 있다. 다시 말하면 龜裂先端近傍의 應力分布는 本質的으로 같으며 그 크기만은 K 에 따라 다르다. 길이가 다른 2개의 龜裂을 비교할 때 K 值가 같으면 龜裂先端近傍의 應力狀態는 같다고 할 수 있다.

(9)式으로부터 $\pi c \sigma^2 = K^2$ 이므로 Griffith의 式인 (4)式은

$$2\gamma_s - \frac{K^2}{E} = 0 \quad (11)$$

으로 되고 破壞에 대한 限界條件은 K 를 사용한 (11)式으로 표시한다. E 및 γ_s 는 材料에 따라决定되는 定數이므로 K 가 이 式을 滿足시키는

값(限界值)이 되었을 때 破壞가 일어난다. 이 限界의 K 를 K_c 라 적고 破壞勒性(fracture toughness)이라 한다. 즉 다른 形狀과 치수의 龜裂이라도 그 K 值가 같은 限界值에 도달하면 破壞가 일어난다.

이미 이 야기한 Griffith의 式인 (5)式은 塑性變形을 갖지 않는 경우의 能力條件式이지만 이것을 힘의 形태로 表現하면 塑性變形을 갖는一般的인 경우에도 有效하게 利用할 수 있으므로 Irwin⁽⁶⁾(1952)은 (11)式의 第2項을 龜裂의 單位길이 增加마다의 힘으로 解析하여 이것을 G 로 나타내어 龜裂擴大力(crack extension force)이라 했다.

$$\left. \begin{aligned} G &= \frac{K^2}{E} && \text{plane stress} \\ G &= \frac{K^2}{(1-\nu^2)E} && \text{plane strain} \end{aligned} \right\} \quad (12)$$

어떤 경우이건 (11)式을 滿足하면 破壞가 일어난다. 破壞가 일어나는데 필요한 龜裂先端의 應力은 材料에 依存하므로 K_c 는 龜裂 또는 龜裂狀缺陷을 갖는 材料의 破壞에 대한 抵抗을 나타낸다.

實際로는 荷重을 거는 方法과 試片이 有限幅이므로一般的으로 應力擴大係數는 無限幅의 解에다 紹正係數 α 를 곱한 다음과 같은 式으로 표시한다.

$$K = \alpha \sqrt{\pi c} \cdot \sigma \quad (13)$$

여기서 α 는 試驗片, 龜裂의 幾何學的形狀, 荷重의 거는 方法등에 의한 係數이다. 荷重을 거는 方法, 試驗片, 龜裂의 幾何學的形狀등을 어떻게 변화시켜도 破壞할 때의 K_c 值는 材料에 따라 定해지는 一定值를 나타낸다. 따라서 K_{1c} 가 구해지면 許容應力과 許容缺陷치수등이 計算으로 구해진다.

지금까지는 材料의 K_c 值는 實驗에 의해決定하고 있다. 그림은 K_c 를 구하기 위해 使用되고 있는 代表의 試片形狀을 나타내고 있다.

同一條件에서 測定된 K_c 值는 이것들의 어느 試片으로 행해져도 같은 값이 된다. 따라서 이것들 중 하나의 試片으로 K_c 值가決定되면 이 값

◎ 解 說

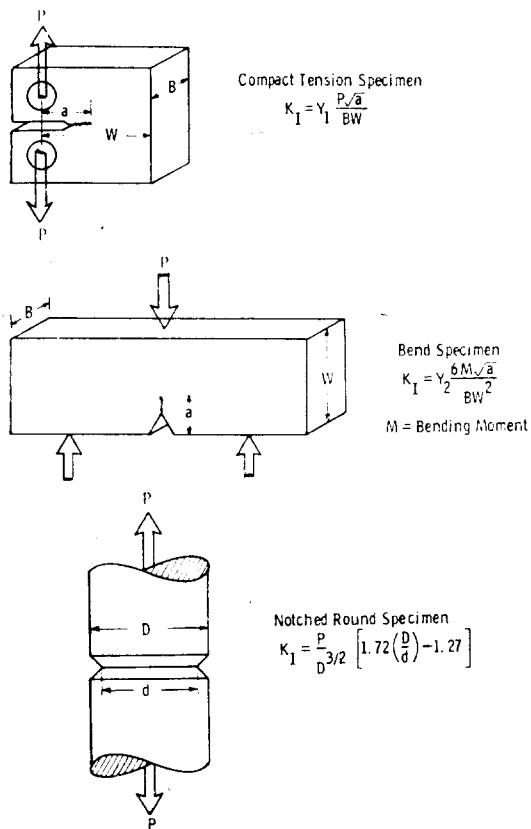


그림 23 K_{Ic} 破壊非性을 测定하는데 使用되고 있는 3개의 試片의 幾何學的形狀

으로 다른 形狀의 試片에 대 한 破壞條件도 計算 할 수 있다. 또한 任意形狀과 치수를 가진 龜裂에 대해서도 K 的 表示만 알면 그 龜裂을 가진 實際上의 構造物에 대해서도 破壞條件를 規定할 수 있다.

이와 같이 다른 條件(荷重의 거는 方法, 板幅 등)이 달라도 오직 하나의 變數인 K_c 로 破壞條件를 規定할 수 있다는 것이 破壞力學을 設計에 應用할 때 아주 有效하게 된다.

2. 疲勞龜裂傳播

疲勞에서도 最終急速破壞(catastrophic fracture)는 應力擴大係數 K 가 어느 限界值에도 달했을 때 생긴다. 이 限界值을 疲勞破壞非性 K_{fc} 라

한다.⁽⁷⁾ 龜裂端에서 應力擴大係數가 K_{fc} 에 도달하는데까지의 壽命은 龜裂이 임계 크기 이하에서 임계크기로 도달할 때까지의 成長速度에 의 한다.

應力擴大係數는 龜裂端의 局部的 應力分布를 나타내는 파라미터이다. 疲勞龜裂傳播運動도 그部分의 應力에 依存하므로 疲勞에 대해서도 應力擴大係數의 概念은 有效하다.

疲勞龜裂傳播速度係數와의 關係를 보기로 하자. 一般的으로 疲勞龜裂 길이와 應力反復數와의 關係, 즉 疲勞龜裂傳播曲線은 그림 24와 같다⁽⁸⁾. 이 曲線의 기울기로 나타나는 疲勞龜裂傳播速度 da/dN 는 龜裂길이가 길수록 또 負荷荷重이 클수록 빨라진다.

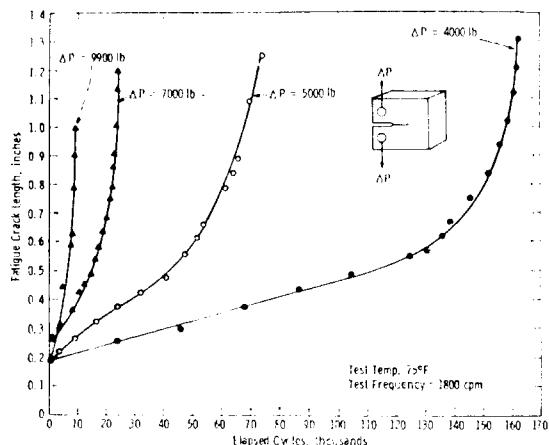


그림 24 Ni-Mo-V合金鋼의 龜裂成長에 미치는 反復荷重範圍의 影響

$K = \alpha \sqrt{\pi c} \cdot \sigma$ 로 나타나는 應力擴大係數도 負荷應力 σ 가 높을수록 또 龜裂길이가 클수록 높은 값이 되므로 疲勞龜裂傳播速度도 應力擴大係數와 관련이 있음을 알 수 있다.

그러나 疲勞의 경우에는 負荷應力 σ 가 $\sigma_{\max} \sim \sigma_{\min}$ 사이를 變動하므로 龜裂길이가 같아도 K 值은 $K_{\max} (= \alpha \sqrt{\pi c} \cdot \sigma_{\max})$ 에서 $K_{\min} (= \alpha \sqrt{\pi c} \cdot \sigma_{\min})$ 사이를 變化한다. 따라서 $\Delta K = K_{\max} - K_{\min}$ 으로 表示되는 應力擴大係數의 範圍를 사용하여 解析 한다.

그림 24로 나타난 데이터는 疲勞龜裂傳播速

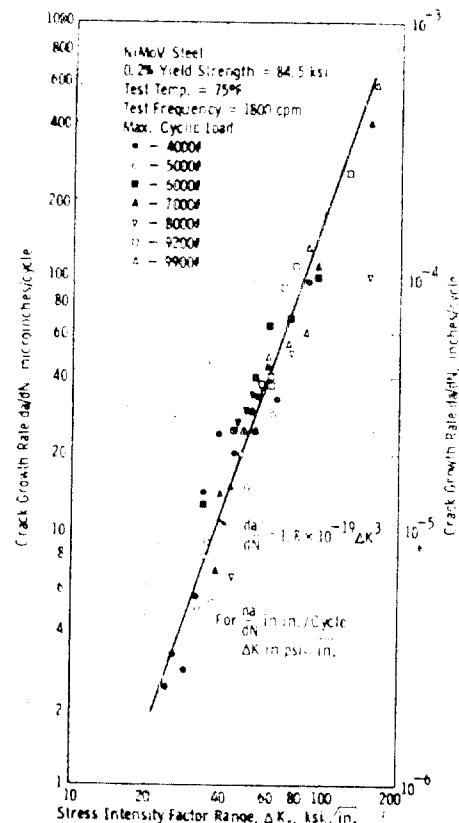


그림 25 Ni-Mo-V 鋼의 應力擴大範圍와 龜裂成長速度

度 da/dN 를 應力擴大係數의 範圍 ΔK 에 대 해 풀로트하면 그림 25⁽⁸⁾가 된다.

兩對數紙上에서 兩者의 關係는 거의 直線으로 나타나며 疲勞龜裂傳播速度에 대 한 應力擴大係數가 制御因子로 된 것을 볼 수 있다.

負荷荷重 및 龜裂길이와 같은 變數가 ΔK 인 하나의 파라미터로 表示되고 이들 變數들의 어찌한 組合에 대해서도 適用시킬 수가 있음을 알 수 있다.

荷重의 거는 方法이 바뀐 경우를 하나의 例로서 그림 26⁽⁹⁾에 표시한다.

中央에 龜裂을 가진 平板에 대해 한쪽은 引張應力 σ 을 負荷하고 다른 쪽은 龜裂中央에 荷重을 거는 wedge force의 形태다 應力擴大係數는 前者の 경우

$$K = \sigma \sqrt{\pi a}$$

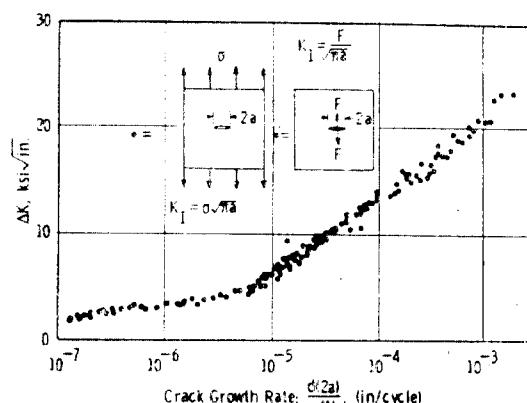


그림 26 2개의 다른 荷重條件下에서 발생되는 疲勞龜裂成長速度에 대 한 比較⁽⁹⁾

後者의 경우

$$K = F / \sqrt{\pi a}$$

로 나타나며 龜裂이 커짐에 따라 前者は K 가增加, 後者는 K 가 減少한다.

그림 26에서 볼 수 있는 바와 같이 荷重을 거는 方法은 아주 다르지만 疲勞龜裂傳播速度는 ΔK 로 整理하면 아주 같은 曲線이 된다. 따라서 實驗室의 데이터를 바탕으로 實際 機械構造物에 適用이 可能하다고 할 수 있다.

참 고 문 헌

- (1) McDonnel-Douglas Astronautics Co.: "Electron Fractography Handbook" (1976) Metals and Ceramics Information Center ed.
- (2) A.A. Griffith: Phil. Trans. Roy. Soc. 221(1920) 163.
- (3) E. Orowan: Report on Progr. in Physics, 12 (1949) 185.
- (4) G.R. Irwin: Fracturing of Metals, ASM (1948) 152.
- (5) G.R. Irwin: "Handbuch der Physik" 6(1958) 551.
- (6) G.R. Irwin and J.A. Kies: Weld. J. 31(1952) 95.
- (7) T. Yokobori and T. Aizawa: Rep. Res. Inst. Strength and Fracture of Materials, Tohoku Univ., Sendai Japan, 6-1(1970) 19.
- (8) W.G. Clark Jr.: Experimental Mech., (1971), 421.