

# 압력용기용 강의 저온 피로크랙진과 하한계 특성에 관한 연구

박경동 · 박상오\*

부경대학교 기계공학부

\*부경대학교 대학원 정밀기계공학과

## A Study on the Fatigue Crack Propagation Threshold Characteristic in Steel of Pressure Vessel at Low Temperature

Kyung-Dong Park · Sang-Oh Park\*

School of Mechanical Engineering, Pukyong National University, Pusan 608-739, Korea

\*Graduate School of Mechanical Engineering, Pukyong National University, Pusan 608-739, Korea

**KEY WORDS:** Crack propagation 균열진과, Low temperature 저온, Stress ratio 응력비, Fatigue 피로, Cryogenic-brittleness 저온취성

**ABSTRACT:** In this study, CT specimens were prepared from ASME SA516 which was used for pressure vessel plates for room and low temperature service. And we got the following characteristics from fatigue crack growth test carried out in the environment of room and low temperature at 25°C, -30°C, -60°C, -80°C, -100°C and -120°C in the range of stress ratio of 0.1 by means of opening mode displacement. At the constant stress ratio, the threshold stress intensity factor range  $\Delta K_{th}$  in the early stage of fatigue crack growth (Region I) and stress intensity factor range  $\Delta K$  in the stable of fatigue crack growth (Region II) was increased in proportion to descend temperature. It assumed that the fatigue resistance characteristics and fracture strength at low temperature is considerable higher than that of room temperature in the early stage and stable of fatigue crack growth region. The straight line slope relation of logarithm  $da/dN - \Delta K$  in Region II, that is, the fatigue crack growth exponent  $m$  increased with descending temperature at the constant stress ratio.

It assumed that the fatigue crack growth rate  $da/dN$  is rapid in proportion to descend temperature in Region II and the cryogenic-brittleness greatly affect a material with decreasing temperature.

### 1. 서 론

파괴역학은 예기치 못했던 많은 구조물의 파괴경험을 통하여 생긴 새로운 학문분야이며, 과거 십수 년 사이에 급속히 발전해 왔다. 구조물의 파괴는 대부분의 경우 예고 없이 일어나서, 인명이나 물적재산에 많은 손해를 준다. 더불어 필연적으로 파괴역학의 발전을 요구하고 있다. 실제 구조물에는 제조과정 중에 소재내에 노치나 개재물등 결함의 잠재 가능성이 크고, 또한 사용 중에 외적환경의 부하 조건에 의해 결함이 존재하게 된다.

이와같이 재료 내부에 존재하는 결함 부분에 반복하중이 작용하게 되면 응력은 피로로 축적되어 미세한 균열을 발생 또는 진전시켜 재료파괴로 이어지는 경우가 일반적이라 하겠다<sup>1)</sup>.

따라서 이러한 결함들로부터 피로균열이 성장하지 않도록 하는 공학적인 설계를 위한 피로균열 하한계 특성과 피로균열이 생성·성장했을 때의 잔존수명을 평가하기 위한 피로균열진전 특성을 규명하는 것은 대단히 중요한 일이다<sup>2,3)</sup>.

최근에는 압력용기나 관련 구조물 등이 고온뿐만 아니라 저온에서도 장시간 사용하는 경우가 많아졌고, 그 설계 제작과 유지의 필요성에 따라 저온피로 분야에서도 파괴역학을 적용할 필요성이 높아졌으나, 국내에서는 이에 대한 연구가 미미한 실정이다<sup>4,5)</sup>.

본 연구는 압력용기용 강판 SA516에 대하여 상온 25°C 와 -30°C, -60°C, -80°C, -100°C, -120°C의 환경속에서 정(+)방향 사인파형 반복 하중을 주파수 20 cycle/sec.로서 응력비 0.1에 대해 안정성장영역에서 각각의 피로균열진전속도  $da/dN$ 와 응력확대계수 폭  $\Delta K$  신도 및 피로균열 하한계특성  $\Delta K_{th}$ 을 구하고, 온도 및 응력비에 따르는 피로균열진전지수  $m$  와 재료상수  $C$ 를

규명하여 저온에서의 압력용 용기 재료에 대한 파괴 기준을 제시함으로써 강도상의 안전 설계에 기여하고자 한다.

## 2. 실험 및 방법

### 2.1 시험편

본 연구에 사용된 재료는 압력용기용 강판(SA516-70)이며, 시편의 화학적 성분은 Table 1에 나타내었고, 기계적 성질은 Table 2와 같다.

Table 1 Chemical composition (wt. %)

C	Si	Mn	P	S	Al	Cr	Cu	V	Mo	Cb
0.12	0.23	0.97	0.017	0.04	0.028	0.02	0.03	0.02	0.01	0.018

Table 2 Mechanical properties

Yield strength (MPa)	Tensile strength (MPa)	Elongation (%)	Hardness (H <sub>RB</sub> )
310	459	29	66.12

시험편은 콤팩트(CT) 시험편으로, 두께 20mm 판재를 이용하여 L-T방위로 채취해, 압연방향이 하중방향이 되게 하였고, 각부 치수는 ASTM E647-93의 기준에 따라 외형가공은 밀링(milling)으로, 노치홈은 와이어커팅 방전가공기(Wire cutting E.D.M)에서 노치 끝 부분이 60°의 각도에 노즈반경 0.1mm가 되게 가공하였다. Fig. 1는 시험편의 형상과 치수를 나타낸 것이다<sup>6,7)</sup>.

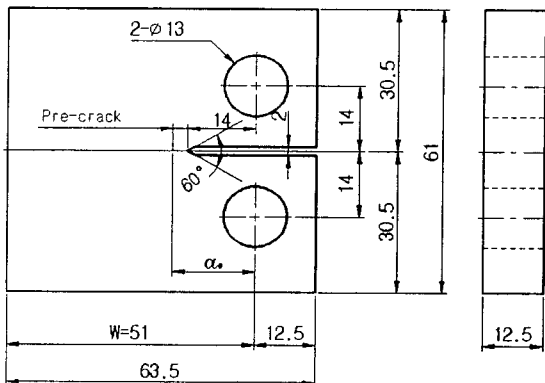


Fig. 1 Configuration of CT-specimen(Unit:mm)

그리고 피로크랙진전의 예상경로는 샌드페이퍼 #1200으로 표면을 충분히 연마하여, 그 관찰을 명확히 하였으며, 상온 25°C 정도의 온도환경과 항복강도 이내의 응력 범위에서 ASTM E647-93 규정에 의거 3mm의 피로 예

균열을 주었다<sup>8)</sup>

### 2.3 실험방법

Fig. 2은 본 실험에 사용된 전기 유압식 피로시험기(INSTRON 8501, 100KN)이며, 시험기에 연결된 컴퓨터를 이용하여 조작하였다. 크랙길이 측정은 시편에 COD클립게이지를 부착한 compliance법을 사용하였으며, 파단면의 미시적 촬영은 주사식 전자현미경(S.E.M)을 사용하였다.

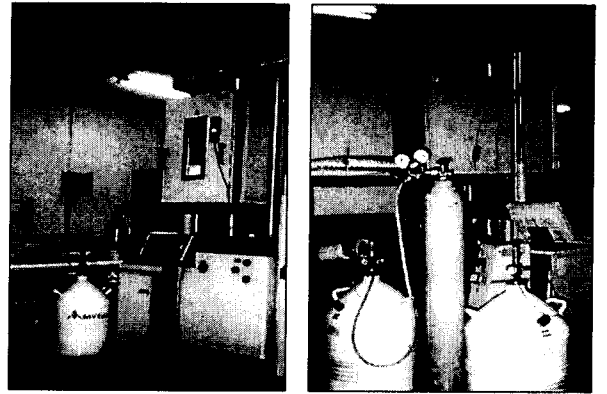


Fig. 2 Apparatus of fatigue test machine (INSTRON 8501)

### 2.3 실험방법

실험은 서보전기 유압식 피로시험기를 사용하여 하중점 증 제어방식으로 주파수 20Hz, 정현파형으로 하였다.

저온장치로는 전기유압식 피로시험기에 챔버를 부착해 액체 질소용기에 질소 보배를 연결하여 액체 질소 용기 내의 압력을 0.5kg/mm<sup>2</sup>내외로 되도록하여 액체질소를 챔버내로 유입시켜 저온환경으로 만든다.

실험 중 액체질소의 감소에 따라 질소보배의 압력으로 액체질소의 유입을 정상적으로 밀어주며 온도유지는 전자석밸브가 자동으로 작동되어 온도 분위기에 따라 자동으로 유입구를 개폐하도록 되어 있다. 온도편차는 ±1°C로 유지하였고 응력비 R=0.1, 주파수 20Hz, 실험온도는 25°C, -30°C, -60°C, -80°C, -100°C, -120°C로 하였다. 크랙길이는 클립게이지를 이용한 컴플라이언스법으로 측정하였다.

실험해석을 하기 위해 응력확대계수 ΔK는

$$\Delta K = \begin{cases} K_{\max} - K_{\min} & (K_{\min} > 0) \\ K_{\max} & (K_{\min} \leq 0) \end{cases} \quad (1)$$

및 응력비

$$R = K_{\min} / K_{\max} \quad (2)$$

의 함수가 된다. 여기서 R의 영향을 제외하면 특성의 ΔK의 범위에서 다음과 같은 함수형이 실험적으로 얻어지고 있는데, 그것은 paris 법칙인<sup>7-10)</sup>

$$da / dN = C (\Delta K)^m \quad (3)$$

으로 나타나고, 양대수 선도상에서 직선적으로 변한다. 여

기서  $C$ 와  $m$ 은 재료상수로서 그 값은 동일재료, 동일환경 구조물 등의 크랙진전속도 및 수명을 예측할 수 있게 한다. 응력확대계수 폭  $\Delta K$ 는 다음 식에 의해서 나타낸다<sup>8-10</sup>.

$$\Delta K = f(a/W) \cdot \Delta P/B \cdot W^{\frac{1}{2}} \quad (4)$$

$$f(a/W) = f(\alpha)$$

$$f(\alpha) = \frac{(2+\alpha)}{(1-\alpha)^{\frac{2}{3}}} (0.886 + 4.64\alpha - 13.32\alpha^2 + 14.72\alpha^3 - 5.60\alpha^4) \quad (5)$$

여기서  $a$ 는 크랙 길이,  $W$ 는 시험편 폭,  $B$ 는 시험편 두께,  $P$ 는 하중이다.

본 시험에서는 ASTM E647-81규정에 의거  $\Delta K$  콘트롤에 의한  $K$ -증가방식을 이용하였는데 그 감소조건은 다음과 같다<sup>3,4,7,11</sup>.

$\Delta K$ 의 기울기

$$C_g = \frac{1}{\Delta K} \cdot \frac{d\Delta K}{da} \geq 0.08 \text{ mm}^{-1} \quad (6)$$

$da/dN$ 의 측정범위  $\Delta a \leq 0.5 \text{ mm}$

### 3. 실험결과 및 고찰

#### 3.1 피로크랙진전 하한계특성

온도 25°C와 -30°C, -60°C, -80°C, -100°C 및 -120°C에서, 응력비 0.1에 대하여 크랙진전특성에 관한 실험을 하고, 그 결과 크랙진전속도  $da/dN$ 와 응력확대계수 폭  $\Delta K$ 의 관계를 양대수 선도상에 표시하였다. 실험 결과 최소사승법을 이용하여 구한 피로크랙 하한계특성  $\Delta K_{th}$ 은 Table 3에, 응력비에 대한 크랙진전속도  $da/dN$ 와 응력확대계수 폭  $\Delta K$ 의 관계는 Fig. 3에 나타내었다.

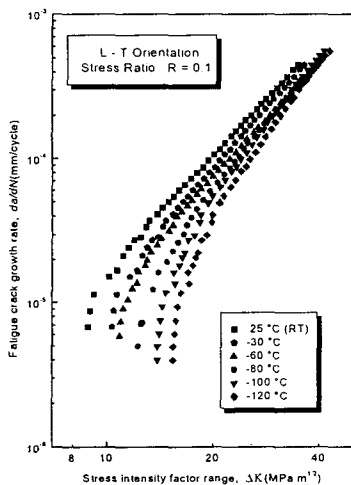


Fig. 3 Relations between fatigue crack growth rate and stress intensity factor range(R=0.1)

실험 결과 응력비 0.1에서 온도가 내려갈수록 피로크랙진전 제1단계 영역에서의 피로크랙진전 하한계특성  $\Delta K_{th}$  값이 증가하는 것으로 나타났으며, 이는 저온일수록 탄성계수의 상승으로 인한 재료강도의 증가 때문으로 크랙초기 피로저항성이 증가한 것으로 판단된다. 온도가 상승할수록 저  $\Delta K$ 영역까지  $da/dN$ - $\Delta K$ 양대수 직선관계가 성립하므로 하한계 응력확대계수  $\Delta K_{th}$  값이 저하됨을 나타내었다.

피로크랙진전특성에 관한 실험에서 제2단계 영역에 있어서의  $da/dN$ - $\Delta K$ 는 선도상에서 직선관계로 나타났고, 이것을 Paris식  $da/dN = C(\Delta K)^m$ 에 의하여 온도 및 응력비에 대한 크랙진전지수  $m$ 와 재료상수  $C$ 를 구하였다.

#### 3.2. 온도에 따른 피로크랙진전특성

Fig. 4, 5, 6, 7, 8는 응력비 R=0.1에서 각각의 온도에 따른  $da/dN$ - $\Delta K$ 관계를 선도상에 나타낸 것이다.

각 온도에서 직선관계가 성립하는 제2단계 영역에 있어서 피로크랙진전속도  $da/dN$ 은

$$\text{응력비 0.1에서 } 1.803 \times 10^{-5} \text{ mm/cycle} \leq da/dN \leq 4.262 \times 10^{-4} \text{ mm/cycle.}$$

응력확대계수 폭  $\Delta K$ 는

$$\text{응력비 0.1에서 } 13.49 \text{ Mpa} \sqrt{m} \leq \Delta K \leq 43.66 \text{ Mpa} \sqrt{m}$$

의 범위로 나타났다.

응력비 R=0.1일정시험에서 온도가 저온으로 내려갈수록 상온에 비하여 피로크랙진전 양상이 크게 차이가 나타났으며 온도가 저하 할수록 크게 감속하여 상온보다 하한계 응력확대계수가 증가하였다.

상온에서 저온으로 진행될수록 응력확대계수  $\Delta K$ 가 증가되고 피로균열 진전속도  $da/dN$ 가 저하되어 감속되는 것으로 보아 피로한도가 증가되고 취성의 가속이 생기는 것으로 판단된다.

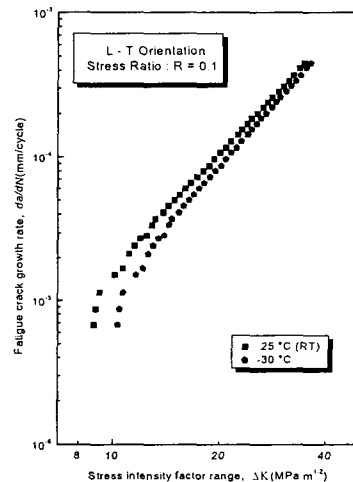


Fig. 4 Relation between fatigue crack growth rate and stress intensity factor range(-30°C)

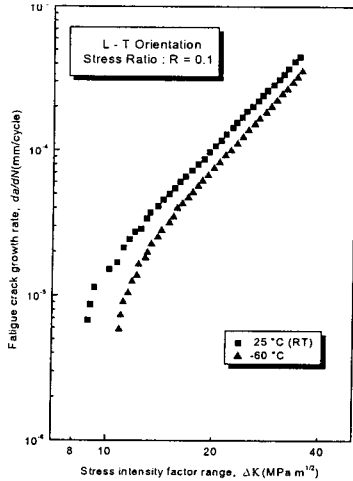


Fig. 5 Relation between fatigue crack growth rate and stress intensity factor range(-60°C)

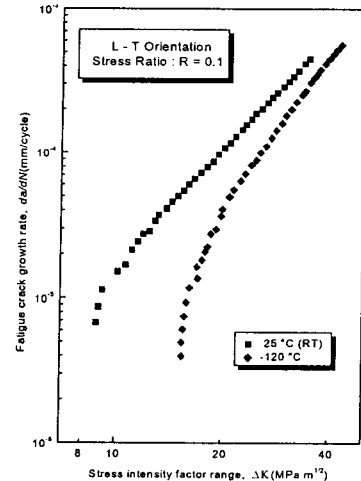


Fig. 8 Relation between fatigue crack growth rate and stress intensity factor range(-120°C)

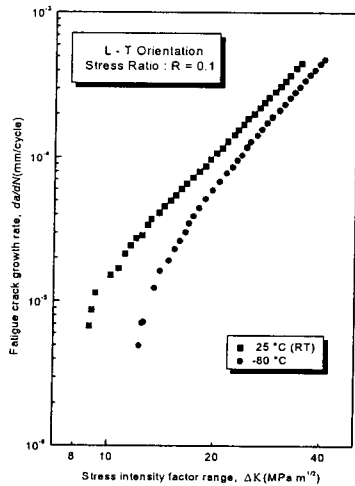


Fig. 6 Relation between fatigue crack growth rate and stress intensity factor range(-80°C)

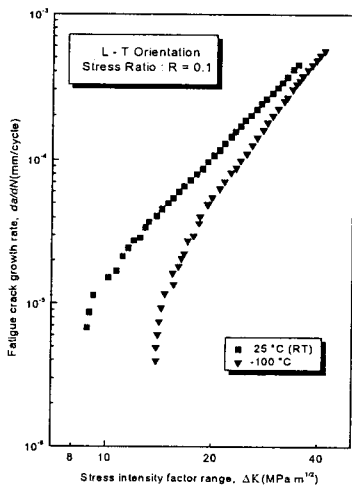


Fig. 7 Relation between fatigue crack growth rate and stress intensity factor range (-100°C)

Fig. 9에 하한계 응력확대계수  $\Delta K_{th}$ 의 온도의 특성을 나타내었다.

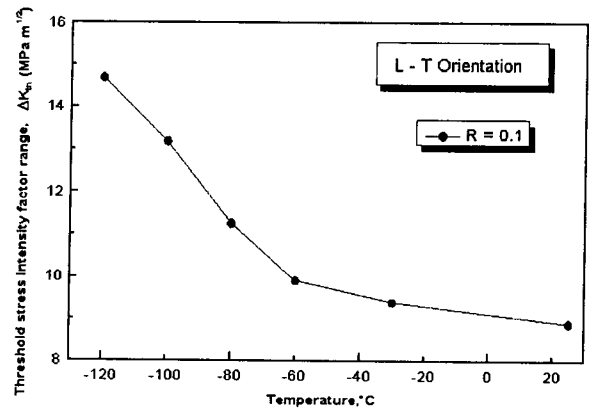


Fig. 9 Effect of threshold stress intensity factor range  $\Delta K_{th}$  and temperature

### 3.3 피로크랙진전속도 $da/dN$ 와 피로크랙진전지수 $m$

피로크랙진전과정의 제2단계 영역에 있어서  $da/dN$ - $\Delta K$ 의 좌표선상에서 직선 관계로 나타났고, 이것을 Paris 식  $da/dN = C(\Delta K)^m$ 에 대입하여, 각 온도에 대한 크랙진전지수  $m$  및 재료상수  $C$ 를 Table 4와 Fig. 9 및 Fig. 10에 그 결과를 나타내었다.

Table 3에서 직선관계가 성립하는 제2단계 영역에서 일정한 응력비에서는 온도가 저하될수록, 크랙진전속도  $da/dN$ 가 감소한 반면 응력확대계수 폭  $\Delta K$ 이 증가한 것으로 미루어, 피로강도가 증가되고 인성이 저하되는 것으로 판단되며, 이것은 온도저하에 크게 영향을 받는 것으로 생각된다<sup>12)</sup>.

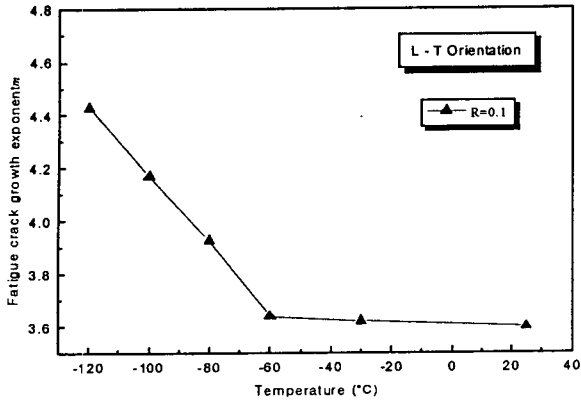


Fig. 9 Relation between fatigue crack growth exponent  $m$  and Temperature(°C)

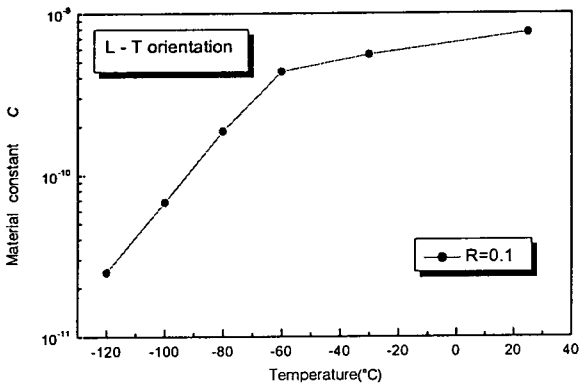


Fig. 10 Relation between material constant  $C$  and Temperature(°C)

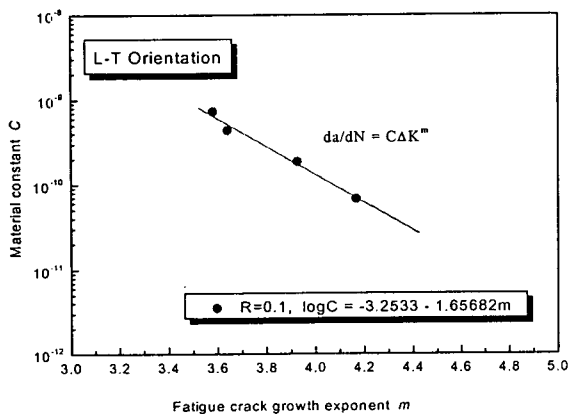


Fig. 10 Correlations between  $C$  and  $m$  in Paris law  $da/dN=C\Delta K^m$

Table 3. Experimental constants by  $da/dN=C(\Delta K)^m$  for the fatigue crack growth

Tem.	$\Delta K$ Range (MPa $\sqrt{m}$ )	$da/dN$ Range (mm/cycle)	$m$	$C$
25°C	$8.845 \leq \Delta K \leq 34.78$	$6.775 \times 10^{-6} \leq da/dN \leq 4.47 \times 10^{-4}$	3.599	$7.64 \times 10^{-10}$
-30°C	$10.34 \leq \Delta K \leq 36.28$	$6.876 \times 10^{-6} \leq da/dN \leq 4.52 \times 10^{-4}$	3.702	$4.65 \times 10^{-10}$
-60°C	$10.86 \leq \Delta K \leq 35.39$	$5.851 \times 10^{-5} \leq da/dN \leq 3.537 \times 10^{-4}$	3.757	$4.36 \times 10^{-10}$
-80°C	$12.27 \leq \Delta K \leq 40.51$	$4.951 \times 10^{-5} \leq da/dN \leq 4.757 \times 10^{-4}$	3.927	$1.87 \times 10^{-10}$
-100°C	$13.94 \leq \Delta K \leq 41.34$	$3.971 \times 10^{-5} \leq da/dN \leq 5.58 \times 10^{-4}$	4.168	$6.76 \times 10^{-11}$
-120°C	$15.44 \leq \Delta K \leq 42.84$	$4.125 \times 10^{-5} \leq da/dN \leq 5.62 \times 10^{-4}$	4.517	$1.12 \times 10^{-11}$

실험 결과 일정한 응력비에서는 온도가 낮아질수록 직선 관계가 성립하는 제2단계 영역에서의  $da/dN-\Delta K$  직선의 기울기 즉, 크랙진전지수  $m$ 의 값이 증가한 것으로 나타났으며<sup>13)</sup>, 크랙진전지수  $m$ 와 재료상수  $C$ 의 관계를 Fig.11에 나타내었다. Fig.11에서  $m$ 의 증가에 따라  $C$ 의 감소하는 경향으로 나타났다. 이것은 재료의 파괴가 시작되면 크랙진전속도  $da/dN$ 가 증가하게 되고, 따라서 취성파괴가 일어날 가능성이 높아 질 것으로 판단된다.

### 3.4 파단면의 특성

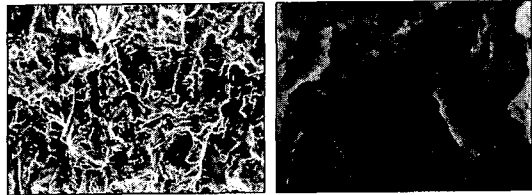
온도 25°C와 -30°C, -60°C, -80°C, -100°C 및 -120°C 등에서, 응력비 0.1에 대한 피로크랙진전특성을  $\Delta K$ -증가 방식으로 시험한 후, 하한계 영역에 도달한 시험편의 크랙 선단 영역의 중심부의 미시적 파면양상을 주사식 전자현미경으로 촬영하여 Fig. 11에 나타내었다.

각 시험편의 파단면에는 피로파단면의 특징이 되는 스트라이에이션(striation)이 관찰되었는데, 그 생성은 인장 과정에서 크랙 선단에 소성변형이 생김에 따라 둔화가 일어나고, 압축과정에서 재예화가 일어나는 둔화-재예화 과정에 의해 형성되는 것으로 반복응력 1사이클당 스트라이에이션 1개가 형성되는 것으로 보이며 각 온도별 스트라이에이션의 크기와 모양은 -80°C, -100°C, -120°C의 파면상에서 뚜렷한 변화를 보이고 있으며 파면조직상의 크기도 뚜렷한 차이를 나타내어 균열의 붕괴현상에 의해 저온일수록 취성파괴가 발생하여 의백개(quasi cleavage) 현상을 보이고 있다.

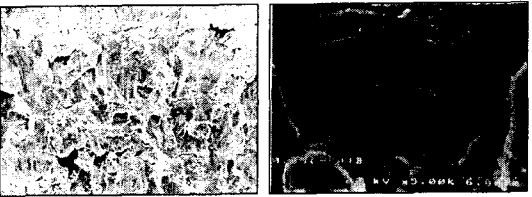
이는 피로크랙진전특성과 비교하여 3.1에서 추정된 저온일수록 피로한도 즉, 하한계 응력확대계수  $\Delta K_{th}$ 의 증가와 취성파괴가 일어날 가능성이 높다는 사실과 일치하고 있다.



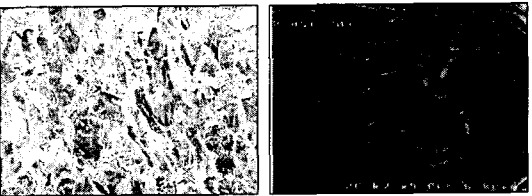
(a) Stress ratio R=0.1, Temperature : 25°C



(b) Stress ratio R=0.1, Temperature : -30°C



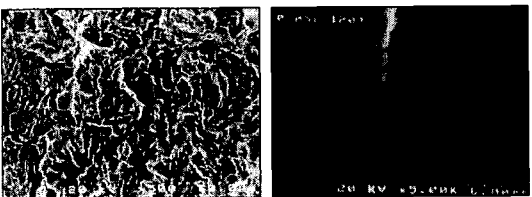
(c) Stress ratio R=0.1, Temperature : -60°C



(d) Stress ratio R=0.1, Temperature : -80°C



(e) Stress ratio R=0.1, Temperature : -100°C



(f) Stress ratio R=0.1, Temperature : -120°C

Fig. 11 Fractography of fatigue crack growth surface at 25°C, -30°C, -60°C, -80°C, -100°C and -120°C for R=0.1

#### 4. 결 론

본 연구에서는 SA516강판에 대하여 온도 25°C와 -30°C, -60°C, -80°C, -100°C 및 -120°C와 응력비 R=0.1로 유지하여 피로크랙 진전특성에 관한 실험을 한 결과 다음과 같은 결론을 얻었다.

(1) 온도가 저하할수록 직선관계가 성립하는 제2단계 영역에서 크랙진전속도와 응력확대계수  $da/dN - \Delta K$ 의 직선기울기 즉, 크랙진전지수  $m$ 가 증가하고 재료상수  $C$ 는 감소하였다.  $m$ 의 값은 25°C~120°C까지  $3.599\text{MPa}\sqrt{m}$ 에서  $4.517\text{MPa}\sqrt{m}$ 으로 증가하였다. 이는 저온취성의 영향이 큰 것으로 본다.

(2) 상온 25°C에서 하한계 응력확대계수  $\Delta K_{th} = 8.89\text{MPa}\sqrt{m}$ 였으나 -30°C일 때  $9.39\text{MPa}\sqrt{m}$ , -60°C일 때  $9.91\text{MPa}\sqrt{m}$ 에서 -120°C가  $14.69\text{MPa}\sqrt{m}$ 으로 온도가 저하할수록  $\Delta K_{th}$ 가 증가하였다. 이는 저온으로 진행될수록 파단면상의 산화물의 크기와 모양의 차이에서 기인된 것으로 생각된다<sup>12),13)</sup>.

(3) 파면상에는 상온의 경우 fretting 산화물의 생성에 의해 크랙개폐에 영향을 미쳤으나 저온의 경우 균열선단 소성둔화에 의한 연속 스트라이에이션이 나타났다. 이 파면상의 생성물의 모양과 크기가 온도저하에 따라 다르게 나타났다.

#### 참 고 문 헌

1. 배성인, 한민구, "파괴역학 실험법", 원창출판사, pp. 8~11, 209, 1995
2. P. C. Paris and F. Erdogan, Tran. of the ASME Ser. D, pp. 528~534, 1963
3. 朴卿東, "原子爐用 低合金鋼의 高溫疲勞 크랙진이와 크랙開閉口 特性에 關한 研究", 동아대학교 박사학위논문, 1983
4. 김재훈, 기계구조용재료의 피로크랙진전거동에 관한 연구, 충남대학교 박사학위논문, pp. 10~16, 1989
5. 장동일 외 2명, "파괴역학", 원창출판사, pp.85~96, 1992
6. Standard Test Method for Measurement of Fatigue Crack Growth Rates ASTM : E647-93, 1993
7. Advanced Fatigue Crack Propagation, Instron2490 Series Application Programs, pp. 1~4, 1991
8. ASTM Standard, E647-81, 1981
9. 日本機械學會基準, "彈塑性破壞引性Jic試驗方法", JSME S 001-1981
10. 小林英男, "破壞力學", 共立出版株式會社, pp. 57~63, 131~135, 1993
11. Y. Kitsunai, "Fatigue Crack growth Behavior in Mild Steel Weldments at Low Temperature", pp. 280~290, 1991
12. 박경동, 노태영, 김영대, 김형자, 손재윤, "압력용기용 A516강의 저온피로 크랙진전특성에 관한 연구", 한국해양공학회지, 제13권 제3(1)호 pp.108~115, 1999
13. 서창민, 오명석, "2024-T3 및 황동의 작은 표면결합재의 피로균열 성장특성에 관한연구", 한국해양공학회지 제10권 제1호, pp.53~63, 1996