# マグネシウム合金の疲労き裂伝ば挙動に及ぼす腐食環境の影響

Effect of corrosive environments on fatigue crack growth behavior of magnesium alloys

知能機械システムコース 学籍番号 1055017 白倉 一人

## 目次

1. 緒言

## 2. 材料および実験方法

- 2-1. 試験片
- 2-2. 腐食環境チャンバー
- 2-3. 疲労試験

## 3. 実験結果

- 3-1. AZ92A-T6 における疲労き裂伝ば挙動
- 3-2. AZ31M における疲労き裂伝ば挙動

## 4. 考察

- 4-1. き裂開閉口挙動について
- **4-2.** AZ92A-T6 における *da* / *dN* K<sub>eff</sub> 関係
- 4-3. AZ31M における da/dN K<sub>eff</sub> 関係
- 4-4. AZ92A と AZ31M の比較
- **4-5**. Δ*K* に及ぼすき裂長さの影響
- 4-6. 破面観察
- 5. 結言
- 6. 謝辞
- 7. 参考文献

## 1. 緒言

実用金属中最も軽量で比強度に優れるマグネシウム合金は、さまざまな構造用材料に使用されている。 しかし、構造用材料として不可欠な疲労特性に関してはこれまでにいく つか報告があるものの十分とはいい難い。 このようにマグネシウム合金の需要が急増す る中において、マグネシウム合金を用いた構造用部材としてはダイカスト材を中心とした 鋳造材が一般的である。 構造用部材として使用を考えた場合には疲労き裂発生およびそ の進展が重要となるが、特にマグネシウム合金はその活性な材料特性から使用環境の影響 を受けやすく、湿潤大気中や海水環境中などの使用においては腐食疲労について考慮する 必要がある。 したがって、腐食環境中における寿命予測のためには疲労き裂進展特性を 把握する必要があり、またこれらを適切に評価することはマグネシウム合金の実用という 観点からも重要である。

sくの金属材料は、腐食環境中で繰返し応力を受けるときに、腐食(金属が取り囲ま れる環境によって化学反応を起こし、損傷したり、金属イオンが溶け出したりすること) によって疲労強度の低下が著しく、大気中における疲労特性と異なった挙動を示すように なる。 一般的に疲労き裂は公称応力が降伏点よりもはるかに低い状況のもとで進行し、 塑性変形がき裂先端近傍に限られているので、sくの場合小規模降伏の条件が成立する。 これより金属材料の疲労き裂伝ば過程を線形破壊力学によって取り扱うことができる。 き裂長さ a が繰返し数 N の間に $\Delta a$  だけ成長したときの成長速度をda/dN と表し、これ を疲労き裂伝ぱ速度という。 一方、変動外力に対応した応力拡大係数の変化量 $\Delta K$  は繰り 返される応力の最大値 $\sigma_{max}$ による  $K_{max}$  (式.1)と最小値 $\sigma_{min}$ による  $K_{min}$  (式.2)の差を とったもので、これを応力拡大係数幅 $\Delta K$  (式.3)という。 疲労き裂伝ぱ速度da/dN と 応力拡大係数幅 $\Delta K$  には疲労特性の研究から一定の関係があることが見出され、パリス則 (式.4)と呼ばれる式で表現できることがわかっている。

$$K_{\max} = \sigma_{\max} \sqrt{\pi a} \cdot F(a) \tag{1}$$

$$K_{\min} = \sigma_{\min} \sqrt{\pi a} \cdot F(a)$$
<sup>(2)</sup>

$$\Delta K = K_{\max} - K_{\min} = \Delta \sigma \sqrt{\pi a \cdot F(a)}$$
(3)

$$da/dN = C(\Delta K)^m \tag{4}$$

(a: き裂長さ F:補正係数 W:試験片の幅)

また、繰り返される応力については、最大応力 $\sigma_{max}$ と最小応力 $\sigma_{min}$ の差を応力振幅 $\Delta \sigma$ (式.5)といい、最小応力 $\sigma_{min}$ に対する最大応力 $\sigma_{max}$ の比を応力比R(以下Rとする)と いうパラメータで表す(式.6)。 Cおよびmは材料と負荷条件で決まる定数とされている。

$$\Delta \sigma = \sigma_{\max} - \sigma_{\min} \tag{5}$$

$$R = \sigma_{\min} / \sigma_{\max} = K_{\min} / K_{\max}$$
 (6)

一般に疲労き裂伝ば速度 da/dN (以下 da/dN とする)と応力拡大係数幅  $\Delta K$  (以下  $\Delta K$  と する)を両対数プロットすることにより図1に示すような曲線を得られることが分かって いる。 この曲線は三つの領域に分けることができる。  $\Delta K$  の低い領域では、それ以下の  $\Delta K$  においてき裂が伝ばしない  $\Delta K$  があり、これを下限界応力拡大係数幅 K<sub>th</sub> といい、こ の領域をステージ という。 また、 $\Delta K$  の高い領域では、それ以上の K では静的破壊が 起こる疲労じん性値 K<sub>fc</sub> があり、この領域をモード という。 これら二つの中間領域にお いてき裂は伝ばしており、da/dN が一定で、一本の直線で近似することができるこの領域 をモード といい、この領域でパリス則は成立する。

本研究ではマグネシウム合金 AZ92A と AZ31M について室温大気中とイオン交換水(純水)中およびこれを溶媒とする 3%NaCl 水溶液(塩水)中において疲労試験を行い、前述したパリス側に基づいて評価し、これらに及ぼす腐食環境の影響について調査した。



**Fig.1** Relationship between da/dN and  $\Delta K$ 

## 2. 材料および実験方法

#### 2-1. 試験片

本実験に使用した材料は Mg-Al-Zn 系合金 AZ92A-T6(JIS,MC3)と AZ31M(組織の詳細は不 明であるが、規格では AL:3%,Zn:1%である)で、 AZ92A の T6 の処理条件は 680K、24 時間空冷後 473K、8 時間の人工時効である。 また AZ31M については機械的性質を把握 するために島津オートグラフ AG-100KG を使用して引張り試験を行った。使用した試験片 形状を図2に示す。試験片はLT方向(圧延方向)とTL方向(圧延に直角方向)の2種類作成 した。この試験片には中央部より片側約 21mm の 2 個所にポンチで微小くぼみをつけ標点 試験条件はクロスヘッド速度を 0.2mm/min で破断が起こるまで引張り続ける。 とした。 試験片中央に貼り付けられたひずみゲージの出力とロードセル荷重出力より応力 ひずみ 曲線図を求め、0.2%耐力を得た。 それぞれの化学成分を表1に、機械的性質を表2に示 す。 AZ92A と AZ31M の引張り強さは 282、229MPa で、0.2% 耐力は 148、134MPa と 0.2%耐力とは降伏応力に明瞭な特徴がなく、材料の強度特性が明確に表れ なっている。 ないような場合に降伏応力に相当する値として、引張り試験の途中から除荷したときに 0.2%の残留ひずみが残るような応力の事を意味し、一般的に材料の強度特性として用いら れている。 表 2 の機械的性質で AZ92A と AZ31M を比較してみると 0.2% 耐力において AZ92A と AZ31M にそれほど大きな差は見られないが、引張り強さでは AZ92A が AZ31M より大きく、伸びにおいては AZ92A より AZ31M のほうが圧延材であることからはるかに 大きいことがわかる。



Fig.2 Specimen configurations in mm

Table 1	Chemical composition of AZ92A-T6 and AZ31M	(wt%)
		· · · · · · /

	Al	Zn	Mn	Si	Cu	Ni	Fe	Mg
AZ92A	8.69	1.94	0.14	0.023	0.002	0.002	-	bal
AZ31M	2.5	0.7	0.03	0.02	0.005	0.005	0.01	bal

	Proof	Tensile		Young
	stress	strength	Elongation	Modules
	$\sigma_{\scriptscriptstyle 0.2}$	$\sigma_{\scriptscriptstyle B}$		Ε
	(MPa)	(MPa)	(%)	(GPa)
AZ92A	148	282	7.0	43
AZ31M (LT)	103	229	27	48

Table 2Mechanical properties of AZ92A-T6 & AZ31M

本研究で使用した試験片の形状および寸法は図2に示すような中央切欠き試験片である。 納入材は AZ92A が鋳塊で AZ31M は厚さ 8mm の圧延板であったため、それぞれ帯のこ盤 を使用して試験片の寸法に近い板状に切り出した。 次にフライス盤を使用して図 2 に示 す寸法に機械加工し、さらに中央にボール盤を使用して 2mmの穴を開け、穴の両縁に糸 のこぎりを使用して切り欠き(スリット)を片側 1mm ずつ入れた。 両材料とも機械加工 を終えた後に試験片の両面をエメリー紙の150、320、800番の順で研磨し、き裂観察面は 仕上げに研磨剤(カーボンランダムの800、2000番)を使用し鏡面仕上げにした。 鏡面 仕上げにする理由は、き裂長さを測定する際に、観察面についている傷をき裂と見間違え ないようにするため、疲労試験が終了した後に観察面が受ける腐食環境の影響を観察する また、後述するき裂開閉口挙動の測定のために試験片の片側側面も同様に ためである。 鏡面仕上げにし、ひずみゲージを貼った。 ひずみゲージを貼る場所は、き裂が進展して いくと予想される切り欠き(スリット)延長線上の試験片側面に、接着剤で貼り、その上 からポリマーコートを施し、更にその上からシリコンでシールドを施した。 試験片の観 察面側のき裂伝ば経路には透明な粘着テープによるシールドを施し、表面での腐食を防い だ。



Fig.3 Specimen configurations in mm

#### 2-2. 腐食環境チャンバー

本実験は腐食環境中で疲労試験を行うため、アクリル板を加工してチャンバーを製作した。 アクリル板を使用したのは、軽量で加工しやすく、透明でき裂伝ばの観察が容易に出来る ためである。 アクリル板を帯のこ盤を使用して切り出した後、フライス盤を使用して所 定の寸法(詳細な図面は付録参照)に機械加工した。 側面には腐食環境溶液を循環させ るために 10mm の穴をあけた。 この穴にホースをつなぐためのチューブジョイントを 取り付け、漏水しないように周りをシリコンでシールドを施した。 試験片とチャンバー との固定には、試験片に O リングをつけ、それをアクリル板で挟み込むという方法を用い た。 試験片とチャンバーと Ο リングの隙間から漏水しないようにシリコンで隙間を埋め た。このため、試験片がチャンバーの中央を貫通するように設置するために、本体側と挟 み込む側の両方ともフライス盤を使用して、中央に 5mm の穴を連続してあけ、35mm× 5 mm の穴を加工した。 また、挟み込む側のアクリル板にはフライス盤を使用して O リ ングを挟み込むため、5mm の溝を付けた。 これらの機械加工の後、クロロホルムを使用 して各部をそれぞれ接着し、組み立てた。 チャンバー全体の模式図を図 3 に示す。 ア クリル製チャンバーにはタンクから、ポンプ、流量調節弁、チャンバー、タンクの順で腐 食環境溶液が流量 2.86ml / s で循環するようにした。 流量が 2.86ml / s であるのは、試験 的に水をチャンバーに流し、流量調節弁を調節して実験をするために最適(溢れ出ない) である状態を作り出し、そのときにおける流量を計測した結果より得られたものである。 疲労試験機に腐食環境溶液がかからないようにするために、チャンバーの下にはトレイを 置き、漏水対策をした。



Fig.4 Chamber for corrosive environment

### 2-3. 疲労試験

疲労試験機には図4に示す油圧式サーボ疲労試験機(容量10kN)を使用した。 疲労き 裂伝ば試験には疲労予き裂の導入が義務付けられているため、両材料とも予き裂を大気中 において導入した。 このとき繰返し速度は f = 20Hz、最大荷重  $P_{max} = 4kN$ 、最小荷重  $P_{min} = -4kN$  で負荷し、切欠きを含めてき裂全長が約4mm になるまで行った。 本実験 の試験環境は室温大気中とイオン交換水(純水)中およびこれを溶媒とする 3%NaCl 水溶 液(塩水)中とした。 塩水の試験前における pH は 6.8、溶存酸素量は 5.5ppm であった。 本実験は両材料とも各環境において応力比 R = 0.0、R = 0.3 の 2 種類について実験した。 大気中においては繰返し速度 f = 20Hz、腐食環境中においては環境の効果を大きくさせる ために f = 1Hzの正弦波荷重を負荷し、試験片が破断に至るまで行った。 き裂の測定は 片側で 0.2mm 伸びるごとに読み取り顕微鏡を用いて測定した。 またその時のき裂長さと 繰返し数、ひずみゲージから得られる荷重変位曲線の波形データを記録した。 この荷重 変位のデータの記録にはデータレコーダを使用した。 また破面観察には走査型電子顕微 鏡(SEM)を使用した。



Fig.5 Fatigue testing machine

## 3. 実験結果

#### 3-1. AZ92A-T6 における疲労き裂伝ば挙動

AZ92A-T6 マグネシウム合金の実験結果をそれぞれの環境ごとと応力比ごとに整理し、 da/dN と $\Delta K$  の関係を示す。 応力比の影響を見るために室温大気中、純水中および塩水 中の各環境下でのda/dN -  $\Delta K$  関係をそれぞれ図 6,7 および 8 において示した。 また 環境の影響を見るために応力比 R = 0.0、R = 0.3の各応力比ごとに図 9 および 10 に示し た。



Fig. 6 Relationship between da/dN and  $\Delta K$  of AZ92A-T6 in room air



Fig. 7 Relationship between da/dN and  $\Delta K$  of AZ92A-T6 in purified water



Fig. 8Relationship between da/dN and  $\Delta K$ of AZ92A-T6 in 3% NaCl solution



Fig. 9 Relationship between da/dN and  $\Delta K$  of AZ92A-T6 at stress ratio R = 0.0



Fig. 10 Relationship between da/dN and  $\Delta K$  of AZ92A-T6 at stress ratio R = 0.3

AZ92A において da/dN と  $\Delta K$  には相関があり、両対数でプロットすると大気中と純水 中では図 6、7 に示すようにほぼ一本の直線で近似することができた。 しかし図 8 に示し た塩水中における da/dN と  $\Delta K$  の関係では、 da/dN が  $\Delta K$  にあまり依存しない領域、 N わゆる プラトー領域と、  $\Delta K$  の増加に従って急激に増加する 2 つの領域が明瞭に現れた。 また同一の  $\Delta K$  において大気中と塩水の結果を比較すると、塩水中の da/dN は大気中のそ れよりも低くなった。 塩水環境下における AZ92A は腐食が著しく、疲労試験中において も水素発生が激しかった。 プラトー領域におけるき裂伝ば挙動は、このような腐食の影 響を受けていることを後述する破面の観察からも確認できた。 図 9 に示す R = 0.0では  $\Delta K$  が低い領域で、 da/dN が高い順に塩水、純水、大気であったが、  $\Delta K$  が  $3.5MPa \cdot m^{1/2}$ 付近から da/dN が高い順に大気、純水、塩水に変わった。 これらのことは図 10 に示す R = 0.3 においても同様であった。

#### 3-1. AZ31M

AZ31M マグネシウム合金の実験結果をそれぞれの環境ごとと応力比ごとに整理し、 da/dN と $\Delta K$  の関係を示す。 応力比の影響を見るために室温大気中、純水中および塩水 中の各環境下でのda/dN -  $\Delta K$  関係をそれぞれ図 11, 12,および 13 において示した。 ま た環境の影響を見るために応力比 R = 0.0、R = 0.3の各応力比ごとに図 14,および 15 に示 した。



Fig. 11 Relationship between da/dN and  $\Delta K$  in room air of AZ31M



Fig. 12Relationship between da/dN and  $\Delta K$ of AZ31M in purified water



Fig. 13 Relationship between da/dN and  $\Delta K$  of AZ31M in 3% NaCl solution



Fig. 14 Relationship between da/dN and  $\Delta K$ of AZ31M at stress ratio R = 0.0



Fig. 15 Relationship between da/dN and  $\Delta K$  of AZ31M at stress ratio R = 0.3

AZ31M の疲労試験において da/dN と ΔK には相関があり、両対数でプロットすると AZ31M は大気中と純水中では AZ92A-T6 と同様に図 11、12 においてほぼ直線で近似する ことができた。 図 13 の塩水中における AZ31M は AZ92A と異なり、da/dN と ΔK の関 係において、プラトー領域と、ΔK の増加に従って da/dN が急激に増加する領域は表れず、 大気中や純水中と同様に一本の直線で近似することができた。 同一の応力比において da/dN と ΔK を環境ごとに整理した結果、図 14 に示す R = 0.0 では同一の ΔK において da/dN が高い順に塩水中、純水中、大気中であった。 同一の ΔK において da/dN を大 気中と腐食環境中で比較すると腐食環境が大気中より約 4.5 から 5 倍大きかった。 これら のことは図 15 の応力比 R = 0.3 においても同様であった。 塩水環境下における AZ31M は腐食が著しく、AZ92A-T6 と同様に疲労試験中においても試験片表面の水素発生が激しく 気泡が発生しているのが肉眼で確認できた。

#### 4. 考察

#### 4-1. き裂開閉口挙動について

引張り応力下で常にき裂先端部が開口しているとは限らないことが、これまでの研究で 分かっている。 このような引張り荷重下でもき裂が閉じている現象はき裂閉口現象と 呼ばれている。 この原因としては主に以下の3つの点が考えられている。)塑性誘 起き裂閉口、)表面あらさ誘起き裂閉口、)酸化物誘起き裂閉口



Fig. 16 Effective stress intensity factor

図 16 に示すような一定応力振幅の繰返し正弦波荷重が負荷されているとき、き裂は Kmax で最も大きく開口した後、Kmin で閉口すると考えられる。 しかし、実際の金属材料にお いては Kmin に達する前の引っ張り負荷を受けている時点で閉口することが報告されている。 これをき裂閉口現象といい、最大負荷 Kmax からの除荷過程においてき裂が閉口したとき また  $K_{\min}$  から  $K_{\max}$ の負荷過程では、最初 K が 0 より大きくてもき裂は Kopと表される。 開口せず、ある程度以上のKになったときに初めて開口し、このときのKをき裂開口応力 このき裂閉口現象を考慮し、純粋に開口しているときの荷重を測定する為に除 という。 荷弾性コンプライアンス法を用いる。 除荷弾性コンプライアンス法とは、き裂が伸びる ごとに計測していた1サイクル分の荷重とひずみの値から、 $P_{max} - \alpha \varepsilon$ より  $\alpha$  の値を求め、 1 サイクル分の荷重 P とそれに対応する  $P - \alpha \varepsilon$ の結果をプロットすることより荷重 - 変 位曲線図 (図17)を得られる。 この荷重変位曲線からき裂開口状態からき裂閉口状態に変 わる折れ曲がり点を表し、そこから最大応力拡大係数 Kmax、折れ曲がり点、最小応力拡大 係数 Kminの値より開口比U (式.7)を求めるものである。 この開口比U を用いて得られる き裂伝ばに純粋に作用する応力を有効応力拡大係数幅 Keff(以下 Keffとする)という。 (式.8)



Fig. 17 Load - deformation diagram

$$U = (K_{\max} - K_{op}) / (K_{\max} - K_{\min})$$
 (7)

$$\Delta K_{eff} = K_{\max} - K_{op} = U \cdot \Delta K \tag{8}$$

実験結果より両材料とも同じ環境においてR = 0.0よりもR = 0.3のda/dNが高いこ とが分かった。 Rが大きいほうのda/dNが高くなったのは、相対的にき裂開口荷重が低 下したと考えられる。 除荷弾性コンプライアンス法を使用して、求めた有効応力拡大 係数幅  $K_{eff}$ で両材料を疲労き裂伝ば速度da/dNと有効応力拡大係数幅  $K_{eff}$ の関係 を以下に示し考察を行う。

#### **4-2.** AZ92A-T6 における *da* / *dN* - K<sub>eff</sub> 関係

AZ92A マグネシウム合金における *da* / *dN* - K<sub>eff</sub>関係において図 16 から図 20 に示した。
応力比の影響を見るために室温大気中、純水中および塩水中の各環境下での *da* / *dN*- K<sub>eff</sub>関係をそれぞれ図 18、19 および 20 において示した。
また各環境の影響を見るために応力比 *R* = 0.0、*R* = 0.3 を図 12 および 22 に示した。



Fig. 18 Relationship between da/dN and K<sub>eff</sub> of AZ92A-T6 in room air



Fig. 19 Relationship between da/dN and  $K_{eff}$  of AZ92A-T6 in purified water



Fig. 20 Relationship between da/dN and K<sub>eff</sub> of AZ92A-T6 in 3% NaCl solution



Fig. 21 Relationship between da/dN and K<sub>eff</sub> of AZ92A-T6 at stress ratio R = 0.0



Fig. 22 Relationship between da/dN and K<sub>eff</sub> of AZ92A-T6 at stress ratio R = 0.3

まず図 18、19 および 20 に示すようにいずれの環境下においても Keff による整理では 応力比の違いによる da/dN の差異はほとんど見られなくなった。 このことは R すなわち 平均応力の大小によりき裂先端部での塑性ストレッチによりもたらされた残留圧縮応力場 によるき裂閉口、すなわち塑性誘起き裂閉口の大小が生じたためと分かる。 き裂開口荷 重の測定結果より大気中、R = 0.3ではほとんどき裂閉口が生じてないことが分かった。 つぎに図 21、22 に示すようにいずれの応力比においても Keff が高い領域では純水と塩水 のda/dN に差が見られなくなった。 塩水中で見られたプラトー部は依然として明瞭で、 da/dN - K 関係への遷移は R によらず Keff が  $3.5MPa^{1/2}$  付近で生じた。 Keff が高 い領域では da/dN - K 関係とは逆に腐食環境下での da/dN が大気中のそれよりも大 きくなった。 これは腐食環境下における AZ92A の腐食が激しく、これによりき裂閉口現 象が著しくなったと考えられる。 このことからくさび効果が起きていることが考えられ る。

#### 4-3. AZ31M における *da* / *dN* - K<sub>eff</sub> 関係

AZ31M マグネシウム合金における da/dN - K<sub>eff</sub>関係において図 21 から図 25 に示した。 応力比の影響を見るために室温大気中、純水中および塩水中の各環境下での da/dN - K<sub>eff</sub>関係をそれぞれ図 23、24 および 25 において示した。 また各環境の影響を見るため に応力比 R = 0.0、R = 0.3を図 26 および 27 に示した。



Fig. 23 Relationship between da/dN and  $K_{eff}$  of AZ31M in room air



Fig. 24 Relationship between da/dN and  $K_{eff}$ of AZ31M in purified water



Fig. 25 Relationship between da/dN and  $K_{eff}$  of AZ31M in 3% NaCl solution



Fig. 26 Relationship between da/dN and K<sub>eff</sub> of AZ31M in stress ratio R = 0.0



Fig. 27 Relationship between da/dN and K<sub>eff</sub> of AZ31M in stress ratio R = 0.3

まず図 23、24 および 25 に示すようにいずれの環境下においても Keffによる整理では応 力比の違いによる da/dN の差異はほとんど見られなくなった。 このことは R すなわち平 均応力の大小によりき裂先端部での塑性ストレッチによりもたらされた残留圧縮応力場に よるき裂閉口、すなわち塑性誘起き裂閉口の大小が生じたためと分かる。 き裂開口荷重 の測定結果より大気中、R = 0.3ではほとんどき裂閉口が生じてないことが分かった。 ま た純水、塩水中においてはき裂閉口が生じており da/dN は大気中のそれよりかなり高くな った。 また環境の影響を比較した場合、先の  $da/dN - \Delta K$ において塩水の da/dN は精 製水の約 1.5 倍ぐらいであったが、 Keff で整理した場合、R = 0.0においては塩水中の da/dN が精製水の約 7 倍、R = 0.3においては精製水の約 6 倍高くなった。 特に高 Keff の領域においてはその差は著しかった。 これは AZ31M の塩水中における腐食が純水中 よりも激しく、これよりき裂閉口現象が著しくなったと考えられる。 このことから、く さび効果が起きていることが考えられる。

#### 4-4. AZ92AとAZ31Mの比較

これまでの結果から両材料が受ける環境および応力比の影響を見ることができた。 これらの結果をもとに両材料を比較し、これを考察する。大気中、純水中および塩水中の各 環境下における両材料の、 $da/dN - \Delta K$ 関係の比較を図 28、29 および 30 に示す。 また 同様にda/dN - K<sub>eff</sub>関係の比較を図 31、32 および 33 に示す。



Fig. 28 Relationship between da/dN and  $\Delta K$  of AZ92A-T6 and AZ31M in room air



Fig. 29 Relationship between da/dN and  $\Delta K$ of AZ92A-T6 and AZ31M in purified water



Fig. 30 Relationship between da/dN and  $\Delta K$ of AZ92A-T6 and AZ31M in 3% NaCl solution

 $da/dN - \Delta K$ 関係において大気中では*R*によらず AZ92A の*da/dN* が AZ31M のそれ より大きかった。 また AZ92A と AZ31M を同一の $\Delta K$  で比較した場合、AZ92A の da/dN は AZ31M のそれの約 7 倍であった。 また、純水中においては*R* = 0.0 におい て $\Delta K$  が 4.0*MPa*·*m*<sup>1/2</sup> 付近までは AZ92A の*da/dN* が AZ31M より大きくなったが、そ れより $\Delta K$  が大きい領域においては逆になった。 *R* = 0.3 においては AZ92A の*da/dN* が AZ31M より大きくなった。 塩水中では大気中、純水中とは傾向が異なり、*R* = 0.0 では AZ31M の*da/dN* が AZ92A より大きくなった。*R* = 0.3 において 3.5*MPa*·*m*<sup>1/2</sup> 付 近まで AZ92A の*da/dN* が AZ92A より大きく、そこから 5.3*MPa*·*m*<sup>1/2</sup> 付近まで AZ31M の*da/dN* が AZ92A より大きくなり、それ以降はまた AZ92A の*da/dN* が AZ31M よ り大きくなった。



Fig. 31 Relationship between da/dN and K<sub>eff</sub> of AZ92A-T6 and AZ31M in room air



Fig. 32 Relationship between da/dN and  $K_{eff}$ of AZ92A-T6 and AZ31M in purified water



Fig. 33 Relationship between da/dN and K<sub>eff</sub> of AZ92A-T6 and AZ31M in 3% NaCl solution

大気中、純水中では全体的に AZ92A の da/dN が AZ31M のそれより大きかった。 しかし塩水中においてはプラトー部以外では AZ31M の da/dN が AZ92A のそれより大きかった。 これは AZ92A の塩水中におけるき裂伝ぱ抵抗が AZ31M のそれより高いことが分かる。

4-5. 塩水環境下の AZ92A に見られるプラトー部について

AZ92A において塩水中だけにプラトー部が表れた。 これはき裂長さに依存するものか、またΔK に依存するものなのかを考察する実験を行った。 図8 に示した *da / dN* - K関係に見られるプラトー部はK増加試験であるため、き裂長さが比較的短い場合の 試験である。そこでき裂長さを4 mm と長くし、 K をそろえてき裂伝ば試験を行った。 結果を先の図7 に示したデータを合わせて図 34 および 35 に示した



Fig.34Relationship between da/dN and  $\Delta K$  of short crack<br/>and long crack in 3% NaCl solution



Fig.35Relationship between da/dN and  $K_{eff}$  of short crack<br/>and long crack in 3% NaCl solution

*da/dN* - K関係において、き裂長さが大きい*da/dN* がき裂長さの小さいほうのそれ より約5倍高大きくなった。 しかし、これを K<sub>eff</sub>で整理すると、両方の*da/dN* がほぼ 同じになった。 このことはき裂長さが小さいほうは長時間にわたり塩水環境中にあった ため、き裂閉口が顕著に生じていたためと考えられる。 またプラトー部がき裂長さの小 さい場合のみに表れたのに対し、同一の Kから試験を行ったき裂長さが大きいほうには それは表れなかった。 つまり、プラトー部が表れたのはき裂長さに依存するものだとい うことが分かった。

#### 4-6. 破面観察

純水中および塩水中における AZ92A-T6 の破面の SEM 観察例を図 36、37 に、AZ31Mの破面の SEM 観察例を図 38、39 にそれぞれ示す。



Fig.36 SEM micrographs of fracture surface in purified water of AZ92A-T6, R = 0.3;  $\Delta K = 4.1MPa \cdot m^{1/2}$ 



Fig.37 SEM micrographs of fracture surface in 3% NaCl solution of AZ92A-T6, R = 0.3;  $\Delta K = 3.8MPa \cdot m^{1/2}$ 



Fig.38 SEM micrographs of fracture surface in purified water of AZ31M, R = 0.0;  $\Delta K = 3.0 MPa \cdot m^{1/2}$ 



Fig.39 SEM micrographs of fracture surface in purified water of AZ31M, R = 0.0;  $\Delta K = 4.0MPa \cdot m^{1/2}$ 

AZ92A-T6、AZ31Mにおいて大気中および純水中での破面は、全体的に微視組織を反映 したものであり、図36、38に示すように不連続析出相では筋状の破面が明瞭に観察された。 純水中の破面には特に微小な凹凸が多く見られ、腐食による溶解が生じていることが分か った。 また AZ92A-T6 における塩水中での破面は図 37 に示すように腐食性生物に覆われ これが固着している破面様相が支配的であった。 AZ31M も同様に図 39 に示すように腐 食性生物に覆われこれが固着している破面様相が支配的であったが、AZ92A-T6よりも腐食 が激しく腐食生成物が塊となって析出していることが観察された。 AZ92A-T6 においてこ の腐食性生物のくさび効果によるき裂閉口現象が顕著に生じ、 $\Delta K$ で比較すると大気中よ りも da / dN が低い結果が得られた理由である。 また、AZ31M においてはくさび効果に よるき裂閉口現象よりも、腐食が激しく結晶組織が溶解し、粒内破壊が進んだため∆Kでの 比較において大気中よりも da/dN がはるかに高い結果が得られたと考えられる。 AZ92A-T6 において先に述べた da/dN -  $\Delta K$  関係における伝ば挙動の遷移は巨視的破面 においても観察でき、プラトー領域に対応する破面は特に黒味を帯びていた。 AZ92A-T6 、AZ31M とも純水中ならびに塩水中では応力腐食割れが生じている可能性 も大きいが、マグネシウム合金の応力腐食割れは典型的に粒内であり、破面観察でその 有無は確認困難であった。

#### 8. 結言

大気中、純水中および 3%NaCl 溶液中において AZ92A と AZ31M の疲労き裂伝ば試験を 行い以下の結言を得た。

- (1) AZ92A において、da/dN K関係を純水中と大気中で比較すると、 Kの小さい領 域では純水中の da/dN が高いが、高 K領域ではその逆となった。
- (2)AZ92A において、3%NaCl 溶液中の da/dN K関係において、き裂伝ば挙動の遷移が 観察された。
- (3) AZ31M において、da/dN K関係は全ての試験環境中でパリス則が確認された。
- (4)いずれの材料においても、*R*の違いによる da/dN の差はき裂閉口に起因するものである ことが分かった。
- (5)AZ92A 、AZ31M の比較において大気中、純水中では AZ92A の da/dN が AZ31M のそ れより大きくなったが、3%NaCl 溶液においては AZ31M の da/dN が AZ92A のそれよ り大きくなった.
- (6)AZ92A において、塩水環境下での *da* / *dN* にはき裂長さ依存性が存在することが分かった。 これは主に腐食環境下でのくさび効果によるき裂閉口であった。またプラトー部 の有無もき裂長さに依存することが確認された。
- (7)破面観察より腐食生成物が確認できた。 これより腐食環境中でき裂閉口がくさび効果 によるものだということが分かった。

### 11. 謝辞

本研究、および修士論文作成を進めるにあたり、ご指導くださいました楠川助教授 に心から感謝の意を表します。また研究室諸君にも同時に感謝の意を表します。

### 12. 参考文献

- 1.) 青木 顕一郎 著 基礎機械材料
- 2.) 加藤 康司 小野 陽 前川 一郎 著 機械材料学
- 3.) 村上 理一 高尾 健一 萩山 博之 著 材料強度学入門
- 4.) 腐食防食部門委員会 編 腐食防食の理論と応用
- 5.) 宮下 幸雄 著 AZ61 および AZ91D マグネシウム合金押出し材の疲労特性
- 6.) 宮下 幸雄 武藤 睦治 著 AZ61 マグネシウム合金押出し材の疲労き裂伝ば挙動
- 7.) 鳥居 太始之 著 き裂成長と破壊力学から学ぶ疲労現象