# Fatigue crack growth behavior in adhesive joints under mixed-mode I / II loading

# 1. 緒言

近年,輸送機器分野では環境負荷低減を目的に,高機能材料を適材適所に用いるマルチマテリアル化が推進されている.マルチマテリアル化では,異種材料同士の接合が必要不可欠であり,これに接着接合が使用されることが多い.

一方,機械の破壊は約80%が,疲労破壊が原因と言われている<sup>(1)</sup>.疲労破壊はき裂の発生,成長および最終破壊といった経緯をたどる.疲労破壊に対する材料の寿命を予測するには,疲労き裂伝ば寿命を推定することが重要である.接着継手を有する機械,構造物では,複雑な荷重下でのき裂の伝ば寿命推定法が十分確立されているとは言い難い.

そこで、本研究では接着継手の Model, Modell, および Mixed-Model+II荷重下における疲労き裂伝ば試験を行い、疲労き裂の伝ばと破壊力学パラメータの関係を調査した。また、き裂の変形モードの違いによるき裂伝ば挙動と微視的な破 面様相との関係についても検討を行った.

#### 材料および実験方法

# 2.1 試験片

本研究ではアルミニウム合金 A2017 を被着体として、エポ キシ樹脂 2 液型構造用接着剤(HUNTSMAN Corporation, Araldite2011)により接着した接着継手を作製した.表 1 に A2017 と Araldite2011 の機械的特性を示す.

Table. 1 Mechanical properties		
	A2017	Araldite2011
Ultimate strength [MPa]	396	23.6
Yield strength [MPa]	298	
Young's modulus [GPa]	68.9	0.93
Poisson's ratio [-]	0.35	0.33
total Elongation [%]	19.5	19.7

接着剤は主剤と硬化剤を質量比5:4で混合し,真空減圧脱 気法により30分間脱泡した.その後,エメリー紙#500で機 械研磨を施した被着体の接着面に塗布した.接着厚さをテフ ロンシート及び治具を用いることで0.2mmに制御しつつ, 70℃,1hで加熱硬化させ接着継手を作製した.本研究で用い た接着継手試験片の形状および寸法を図1に示す.対象とし た変形モードは図2に示す Mode I, Mode II および Mixed-Mode I + II である. Mode I, Mixed-Mode では図1-(a)に示す 試験片を, Mode II では図1-(b)に示す試験片を用いた. Adhesive thickness - 0.2mm

材料強度学研究室

航空宇宙工学コース

畄口

1255039 長谷川



Fig. 2 Different modes of fracture

# 2.2 実験方法

Mode I では2重片持ちはり(Double Cantilever Beam)による DCB 試験, Mode II では端面切り欠き曲げ(End Notched Flexure)による ENF 試験,また Mixed-Mode(Mode I + Mode II)では混合モード曲げ(Mixed-Mode Bending)による MMB 試験を用いた.図3に MMB 試験の概略図を示す.

疲労き裂伝ば試験には油圧式疲労試験機(島津製作所, EHF-F1)を用いた. 試験条件は,繰返し速度 5.0Hz,応力比 0.05,正弦波,荷重制御(Mode I, Mode II, Mixed-Mode)およ び変位制御(Mode I)とした. ENF, MMB 試験の支点間距離 は 120mm とし, MMB 試験では Mode I と Mode II によるエ ネルギー解放率範囲がほとんど等しく( $\Delta G_{I}/\Delta G_{II} \approx 1$ )なるよ うにジグを設定した.

き裂の長さの測定は、読み取り顕微鏡を用いて力学的に行った. MMB 試験では、ジグの荷重成分を力学的に分離し、 Mode I 成分の $\Delta G_I$ と Mode II 成分の $\Delta G_{II}$ を計算し、全エネルギ 一解放率範囲 $\Delta G_{total} = \Delta G_I + \Delta G_{II}$ を用いた.

試験終了後, 走査電子顕微鏡(以下 SEM)による破面観察を 行った.



# 3. 実験結果

### 3.1 Mode I, Mode I き裂伝ば挙動

DCB および ENF で得られたき裂伝ば速度da/dNとエネル ギー解放率範囲 $\Delta G_{I}$ ,  $\Delta G_{II}$ の関係を図4に示す. Mode I, Mode Ⅱにかかわらず多くの材料の疲労き裂伝ば挙動に見られる ような、指数測が成立する事がわかった.

図4の Mode I #1 のみ伝ば速度が遅くなっているのは、複 雑な破面を形成したためではないかと考えられる. ModeIの エネルギー解放率範囲の下限値ΔG<sub>Ith</sub>を, da/dN が  $10^{-8}m/cycle$ ときの $\Delta G_{I}$ と定義したとき、 $\Delta G_{Ith}$ が20[J/m<sup>2</sup>]と なった.

Mode II のエネルギー解放率範囲ΔG<sub>II</sub>が100[J/m<sup>2</sup>]以下で伝 は速度da/dNにばらつきがみられた. Mode I とは異なるが, き裂の伝ば位置による影響がda/dNが5×10<sup>-7</sup>m/cycle以下 で顕著に表れると考えられる. ModeⅡのエネルギー解放率 範囲の下限値ΔG<sub>II th</sub>を, da/dNが10<sup>-8</sup>m/cycleときのΔG<sub>II</sub>と 定義したとき、 $\Delta G_{II th}$ が100[ $J/m^2$ ]となった.

Modelと Modellのき裂伝ば挙動では、伝ば速度に関して Modelが Modellより相対的に速く, Modellがよりき裂の伝ば 抵抗に強いことが明らかとなった.



Fig. 4 Relationship between da/dN and  $\Delta G_{I}$ ,  $\Delta G_{II}$ 



Fig. 5 Relationship betwee da/dN and  $\Delta G_{I}$ ,  $\Delta G_{II}$ ,  $\Delta G_{total}$ 

#### 3.2 Mixed-Mode き裂伝ば挙動

DCB, ENF および MMB 試験で得られたda/dNとエネルギ 一解放率範囲 $\Delta G_{I}$ ,  $\Delta G_{II}$ ,  $\Delta G_{total}$ の関係を図 5 に示す. Mixed-Mode では1つの試験片から得られるΔGの範囲が狭いため8 本の試験片から幅広いものをプロットしている.

Mixed-Mode ではばらつきが大きく, da/dNが  $10^{-6} \sim 10^{-7} m/cycleの間でda/dN が \Delta G に依存しないように$ 見受けられる領域があった. Mixed-Mode はジグの設定でモ

ード比を( $\Delta G_{I}/\Delta G_{II} \approx 1$ )としているが、1つの試験を行った 際,き裂が進むにつれ Modell成分と比べると Model成分が低 くなる傾向を示した. すなわち試験片の開口量が, き裂が進 むにすれ想定している開口量より少ないものとなりモード 比が $\Delta G_{I}/\Delta G_{II} \approx 1$ ではなくなり、1以下となっていると考え られる. da/dNがΔGに依存しないように見受けられる領域 では、測定されたエネルギー解放率範囲が低く、モード比の 差によって異なる伝ば速度を示していると考えられる.

#### 3.3 破面観察

き裂伝ば試験後の破面を SEM で観察した一例を変形モー ドごとに図6に示す. 矢印はき裂の伝ば方向を示す.

Modelでは、被着体のアルミニウム合金に施した機械研磨 の溝の痕が接着剤の表面に明瞭に観察された. Modellで は、被着体のアルミニウム合金に施した機械研磨の溝の痕 が、せん断によって摩擦で平滑化されていると思われる様 相であった. Mixed-Mode では開口と同時にせん断の影響を 受け, Modelと Modellの破面が混在した粗い破面となっ た. このことからき裂の変形モードが微視的破面に影響を 与えることが考えられる.



Model

ModeII



(c) Mixed-Mode

Fig. 6 Observations of fracture surface

#### 4. 結言

- (1) ModIと ModeIIのda/dNとエネルギー解放率範囲ΔGの関 係には指数側が成り立つことが確認できた.
- (2) Mixed-Mode では、モード比を( $\Delta G_{I}/\Delta G_{II} \approx 1$ )に制御する 事が難しく, da/dNがΔGに依存しないように見受けら れる領域があった. Mixed-Mode のき裂進展抵抗は, Modelより相対的に高く Modellより相対的に低いもの となった.
- (3) 破面の結果,き裂の変形モードの違いによって微視的な 破壊形態が変化する事がわかった. Mixed-Mode では Modelと Modellの破壊形態の特色を併せ持つ破壊形態 となった.

# 文献

(1) 西田新一,"溶接構造物の疲労破壊と疲労強度因子(1)", 溶接学会誌, 第 62 巻, 第 8 号(1993), pp. 595-598