炭素繊維/アルミニウム複合材料の界面について

Study on the Interface of Carbon Fiber Reinforced Aluminum Composite Materials

尹 炯 晳*・大 蔵 明 光*・市野瀬 英 喜* Hyung Suk YOON, Akimitsu OKURA and Hideki ICHINOSE

1.はじめに

最近,材料に関する要求はますます厳しくなり,軽量, 高強度、高弾性率、耐熱性などの特性を同時に満たす材 料の開発が望まれている。また、省エネルギー的観点か ら可動構造材料の軽量化が重要な課題となり、優れた特 性を有する繊維強化金属基複合材料が注目されている。 その中でもCF/Al複合材料は高比強度、高比弾性率に加 えて,優れた高温特性を有し,可動構造材料の面でも大 いに期待され、製造法や特性につき盛んに研究されてい る.しかし、この系の複合材料は炭素繊維とアルミニウ ムとの濡れにくさと界面での反応による強度の劣化など の問題があり、いまだ実用化に至っていないのが現状で ある.炭素繊維を用いて複合材料を製造するとき、基本 的には炭素繊維自身が有する強度や弾性率などの諸物性 が複合材料の性質を支配する重要な因子であることは言 うまでもないが、マトリックス金属と繊維の界面挙動に も大きく支配される、本研究では炭素繊維の種類の違い による界面での反応性とその界面反応が繊維強度に及ぼ す影響について比較、検討し、その応用として固相拡散 結合により製造したCF/Al複合材料の機械的性質に及ぼ す相間化合物の影響について検討した.

2. 試料と実験方法

2.1 炭素繊維とアルミニウムとの界面での反応性

本実験では、Toho Beslon社製(PAN系)(UTS=3.5 GPa, E=220Gpa, fiber dia.=7 μ m, density=1.77g/ cm³)とFuji Standard Reserach社製(Pitch系)(UTS= 0.84GPa, E=35GPa, fiber dia.=18 μ m, density=1.60 g/cm³)の2種類の炭素繊維を用いて、界面反応と繊維強 度の関係および反応性の違いを調べるため、イオンプ レーティング法により、炭素繊維の表面にアルミニウム を1.2 μ mを被覆することにより単繊維蒸着複合体を作 製し、さまざまな条件で熱処理を行った。熱処理した試

*東京大学生産技術研究所 第4部

料を5N NaOH水溶液により被覆アルミニウムを溶出し、 繊維表面のSEM観察およびTMI社製インストロン型万 能引張試験機(TENSILON UTM-II)を用いて、gauge length=20mm, 歪速度=2×10⁻³sec⁻で単繊維引張試験 を行い,界面反応による繊維強度の低下を調査した.ま た,熱処理した試料を微紛砕し、アルコール中にケンダ クさせ、カーボンで補強したマイクロメッシュ上に試料 の破片をすくい上げ、透過電子顕微鏡JEM-200CXを用 いて加速電圧200KeVにて界面での反応生成物を同定し、 熱処理条件および繊維の種類による反応性を比較、検討 した.

2.2 CF/Al複合材料の製造および界面観察

PAN系炭素繊維を用いてプラズマスプレー法により プリプレグシートを作製し,アルミニウムの固相温度範 囲でのホットプレス法 (5×10⁻⁴Torr)により複合材料を 製造した. 複合材料の強度に及ぼすプレス温度の影響を 調べるため,V_tは20%に一定とし,プレス圧力(78.5 MPa),プレス時間(15min),プレス温度500°C,550°C, 600°C,640°C°CCF/Al複合材料の製造を行った.Fig.1に 示すように,製造した複合材料の厚さ方向にR50で両側 0.5mmずつ加工した試験片を用いて引張試験を行った. 引張試験は島津製作所製,2tonのオートグラフを用い, クロスヘッドスピード1mm/minで行い,プレス温度に よる強度変化を調べた.また,引張試験後の破断面を SEMで観察した.



in mm



CF/AI複合材料の炭素繊維と反応物の界面,反応物と アルミニウムの界面の結合状態を調べるため,Fig.2に 示すように,製造した複合材料を640°C,10hrで熱処理を 行い,樹脂うめをして,断面方向の厚さ0.5mmに切断 し,機械研摩で0.1mmまで研摩した.更に,イオン研摩 で100~200Åまで研摩した試料を用いて界面のTEM観 察を行った。



Fig. 2 Preparation of TEM sample (CF/Al composite)

3. 結果および考察

3.1 界面反応と炭素繊維強度の関係

Fig. 3, に(a)PAN系および(b)Pitch系炭素繊維の 相対強度 (σ/σ_0)と熱処理時間,温度との関係を示す. 処理温度が高くなるにつれて,また処理時間の経過にし たがって両繊維とも強度が低下することがわかる.Fig. 3(a)のPAN系の場合,処理温度550°Cからの繊維強度の 低下が非常に激しく,処理時間よりも処理温度に大きく 依存している.Fig. 3(b)のPitch系の場合,処理温度 600°Cからの強度低下が大きく,PAN系とPitch系の強度 低下を比較すると,Pitch系に比べ,PAN系のほうが大き い.

Photo.1にイオンプレーティング法により,アルミニ ウムをPAN系およびPitch系炭素繊維に被覆した後,未 処理のものおよび640°C,4hr熱処理したものを5N NaOH水溶液で溶出し,表面をSEMで観察した結果を示 す.Photo.1(a),(c)のように熱処理してない炭素繊 維の表面は元の繊維表面と変わらず,被覆過程による強 度低下も見られなかった。それに比して,Photo.1(b), (d)の640°C×4h熱処理した炭素繊維は,PAN系(b)の 場合,表面が荒れていて凹凸が観察され、Pitch系(d)の 場合,表面にボイドが観察された。このように界面での



反応によって、PAN系の場合、反応が強く起こったノッ チ状の部分が、またPitch系の場合は繊維表面のボイドが 応力集中源になって強度が低下したものと考えられる。

熱処理した試料についてTEMで反応生成物の同定を 行った結果を以下に示す.Photo.2に反応生成物(Al, C₃)が同定された代表的な電子回折パターンの指数付け を示す.Alの回折パターン,Al,C₃の(110),(012)面で の回折パターンが同定された.それらの結果をTable.1 に示す.〇印はAl,C₃が同定された場合で,×印はAl,C₃ が同定されなかった場合である.この結果により,PAN 系炭素繊維の場合550°C,4hの熱処理でAl,C₃が同定され た.また,Pitch系炭素繊維の場合は600°C,4hの熱処理条 件でAl,C₃が同定されることから,PAN系炭素繊維は Pitch系炭素繊維に比べ,界面での反応性が高いことがわ かる.以上の同定した結果から,PAN系とPitch系炭素繊 維の反応性の違いは,炭素繊維を形成している平面分子 (あるいは,結晶子)の配向すなわち,炭素繊維の表面構 造により異なるものと考えられる.

炭素繊維は多少の差こそあれ基本的には黒鉛と類似の 構造を持っている. 萩原ら¹によると,黒鉛構造において は,比較的不活性な(001)面に代表される基底面と活性 な(100),(110)面に代表されるプリズム面が存在し,そ の活性なプリズム面では多くの場合,表面酸化物を形成 しやすいと言われている.また,基底面の比表面エネル ギーは0.14Jm⁻²,プリズム面の比表面エネルギーは4.8 Jm⁻²がしられており²),炭素繊維の界面での反応性は基 底面とプリズム面が表面に占める割合によって異なると 考えられる.

また、S.J. Baker³によれば、炭素繊維とアルミニウ ムとの界面でのAl₄C₃の生成は

 $3C+4Al \rightarrow Al_4C_3$

の反応式で示され、ALC₃の生成および成長は拡散によ る温度と時間の関数として表されている

Table. 1 Reactivity of CF and Al examined by electron diffraction

Specimen	PAN-CF		Pitch-CF	
Time(hr) Temp, (°C)	1	4	1	4
640 °C	0	0	×	0
600 °C	0	0	×	0
550 °C	×	0	×	×
500 °C	×	×	×	×

 \bigcirc ; Al₄C₃ was identified

 \times ; not identified

3.2 CF/Al複合材料の強度に及ぼす反応生成物 (Al₄C₃)の影響

Fig. 4にCF/Al複合材料の引張強度とプレス温度との 関係を示す.Fig. 4により,プレス温度が高くなるにつ れて強度が低下することがわかる.Photo.3にプレス温 度500℃とプレス温度640℃で製造した複合材料の引張試 験後の破断面をSEMで観察した結果を示す.Photo. 3(a)のプレス温度500℃では繊維間へアルミニウムが十 分回り込んでおらずその破断面にはプルアウトが観察さ れるのに比べ,プレス温度640℃(b)の場合,繊維間にア ルミニウムが十分回り込み,かつアルミニウム間の拡散 も進んでいることがわかる.プルアウトが多く見られる のは界面での結合が弱く,界面を通して応力伝達が不十 分であることを示す.プレス温度が高くなるにしたがっ て界面での結合も進むが,界面反応による強度低下も考



Photo. 2 Indexing of electron diffraction pattern of CF/Al annealed for 4hour at 640°C



Fig. 4 Relation between tensile strength of C. F/Al composite and hot press temperature



谏



Photo. 4 (a) TEM image and (b) diffraction pattern of precipitate in CF/Al composite

えなければならない.Photo.4にプレス温度640°Cで製造 した後,5×10^{-o}Torrの真空下で640°C×10h熱処理した 断面をTEMで観察した(a)明視野像と(b)回折パター ンを示す.解析した結果,炭素繊維とアルミニウムとの 間に界面が形成され,反応生成物(Al₄C_a)が生成してい ることがわかった.一般的に⁴,Al₄C₃の結晶構造は六方 晶系(a_0 =3.32Å, c_0 =24.89Å)の菱面体晶の複雑な構 造になっていることが知られており,I.H.Khan⁵によ ると,界面でのAl₄C₃の生成は炭素とアルミニウムの原 子の大きさを考え,炭素原子の大きさがアルミニウム原 子の大きさより小さいので,炭素原子がアルミニウムの ほうに拡散し,Al₄C₃を生成すると指摘している.CF/Al 複合材料の界面にこの脆いAl₄C₃が生成すると,そこか ら破壊が生じるので,強度が低下するものと考えられる.

Photo. 5にCF/Al複合材料の界面の格子像を示す. Photo. 5(a)のように、炭素繊維とアルミニウムカーバ イド (Al₄C₃)の界面をみると、炭素繊維はrandom構造 でAl₄C₃ (003) との界面では方向性をもたずに結合され ていることがわかる。それに比して、(b)のアルミニウ ム (Al) とアルミニウムカーバイド (Al₄C₃)の界面では Al (111) とAl₄C₃ (003) が同じ方向の結晶性を持って結 合されており、その界面はエネルギー的にも安定してい ることがわかる。したがって、界面での破壊はミクロ的 には炭素繊維とアルミニウムカーバイド (Al₄C₃)の界面 側から始まることが予測できる。



生産研究



4.結 言

CF/AI複合材料の強度は炭素繊維とアルミニウムマト リックスの界面に依存し、界面の結合が弱い場合は、繊 維とマトリックスの間の応力伝達が十分達成されず、繊 維の引き抜け現象が起こる.また、界面において炭素繊 維とアルミニウムマトリックス間の結合が進むと、反応 生成物(Al₄C₈)が形成され、CF/AI複合材料の強度低下 を招く結果となる.

界面での反応性は炭素繊維の表面構造によって異なり, Pitch系に比べ,PAN系炭素繊維のほうが反応しやすく, 反応による強度低下も激しいことが明らかとなった。

(1988年3月25日受理)

参考文献

- 萩原茂示,高橋浩,東京大学生産技術研究所大型共同研 究成果概要,(3)1983,157.
- 2) J. Abrahamson, Carbon, 11(1973)337.
- S. J. Baker, W. Bonfield, J. Mater. Sci., 13, (1978) 1329-1334.
- G. A. Jeffry and V. Y. Wu, Acta Cryst., 16, 1963, 559.
- 5) I. H. Kan, Met. Trans., vol. 7, 1976, 1281.