研

究

特集 7

UDC 620.168.3

セラミックス基複合材料の繊維架橋効果の2次元 BEM 解析

Two-dimensional Elastostatic BEM Analysis of Bridging Effect in Fiber Reinforced Ceramics

結城良治^{*}・劉玉付^{*} Ryoji YUUKI and Yu-Fu LIU

1.緒 言

最近,セラミックス基や金属基などの先進複合材料の 開発・応用が進む中で,特に界面はく離およびそれを伴 う繊維のブリッジング効果のより定量的な解析・評価が 強く求められ,活発な研究が見られる^{1)~7)}.セラミッ クス基複合材料 (FRC)の高報性化機構には,ブリッ ジング,相変態およびマイクロクラックなど種々のもの が考えられているが,なかでも,繊維によるブリッジン グ機構が高靱化に最も大きな効果があるものと期待され ている³⁾.FRCの繊維とマトリックスの界面は相対的 に弱く強化相としての繊維の破壊に先立って,界面のは く離と滑りが生じ,それが繊維のブリッジング機構の必 要条件になっているが,それらの定量的な評価法はまだ 確立していないのが現状である.

そこで、本研究では長繊維強化複合材料の界面はく離 を想定した2次元モデルのBEM弾性解析を行い、FRC におけるブリッジング機構を定量的に評価するとともに その破壊過程のシミュレーションを試みた.

2. 解析モデルと解析方法

本研究では図1に示す長繊維で一方向に強化された複 合材料が繊維方向に一様引張負荷を受ける場合を想定す る.マトリックス中のき裂が界面に到達し,界面はく離 が生じた場合と繊維を通過してブリッジングが生じた場 合の二つのケースについて,BEM弾性解析(2次元平 面ひずみ)を行い,界面き裂およびブリッジングしたき 裂の応力拡大係数や界面上の応力などを解析する.本解 析には著者らが開発したBEM2次元弾性解析コード BEM2D/EWSを用いた⁸⁾.本解析に用いた材料定数を 表1に示す.ここではセラミックス基複合材料FRC (Al₂O₃/SiC)⁵⁾を選んだ.なお,本解析ではマトリック スと繊維ともに等方性材とした.

図1のモデルにおいて、繊維およびマトリックスに負

*東京大学生産技術研究所 第1部

荷される引張応力を σ_f , σ_m とすると, 一様引張変位を 受ける状態を想定し, 平面ひずみ条件下で次式の関係が 成立する.

$$\sigma_f = \frac{E_f}{E_m} \frac{(1 - v_m^2)}{(1 - v_f^2)} \sigma_m \tag{1}$$

ここで E_f , v_f は繊維, E_m , v_m はマトリックスのぞ れぞれヤング率とポアソン比である. また, 繊維の幅 d, マトリックスの幅 b は複合材料中の繊維体積率 V_f から決められ, 本解析では, b=2d, H/W=2.5と 取った. これは $V_f = 1/3$ に対応する.



図1 繊維強化複合材の2次元モデル

表1 解析に用いた FRC の材料定数

Materials (matrix / fiber)	FRC (Al ₂ O ₃ / SiC)
Young's modulus (GPa)	400 / 550
Poisson's ratio	0.23/0.19

45巻9号(1993.9)

3. 解析結果

3.1 ブリッジング効果

マトリックスき裂が繊維を通過し、ブリッジングが生 じている場合のマトリックスき裂の K_I を界面はく離が なし、界面はく離のき裂半長a/d=1.0, a/d=2.00三ケースについて解析し、その結果を $\sigma m \sqrt{\pi c}$ で無次元 化して図2に示す.同じように無次元化して図3には繊 維が破断したとして、ブリッジングが作用しない(No Bridging)の場合の K_I の解析結果も示している.この K_I とブリッジングを有するマトリックスき裂の K_I と の差ないし比がいわゆるブリッジング効果である.繊維 が破断すると、繊維の負担していた応力がそのままマト リックスに負荷されるため、ブリッジングがないと、 K_I がきわめて大きくなる.

一方,図2のブリッジングが生じている場合は、マト リックスき裂が成長するにつれ、ブリッジングしている 繊維も増え、ブリッジング効果が著しく増大することが わかる.また、マトリックスき裂の先端の位置によりブ リッジング効果は大きく変化し、繊維の中間付近位置で K_T が最大となる.以上のことからこのブリッジング効 果は界面はく離長さに強く依存し,界面はく離長さが大 きいほど小さくなることが明らかになった.したがって, FRC のような脆性マトリックスの複合材では,界面は く離を適切に評価することがきわめて重要となり,最近, Evans らを中心に FRC の界面はく離を考慮したブリッ ジング効果の解析・評価に関する活発な研究が見られ $\delta^{4)-7)$.また,この界面はく離の評価法として界面破 壊力学の応用が注目されている.以下ではこの界面はく 離の生成進展過程について検討する.

3.2 界面はく離の生成機構

マトリックスき裂が繊維に近接した場合の繊維とマト リックスの界面上の応力分布の解析結果を σ_mで無次元 化して図4に示す.マトリックスき裂が進むにつれ,界 面はく離応力が増大し,このはく離応力の集中により界 面はく離を誘起するものと考えられる.

図5はマトリックスき裂が繊維の界面に到達した時点 のき裂先端近傍の接線応力 σ_0 の分布を σ_m で無次元化 して示す.この σ_0 はrに依存し、ここではr/d=0.10, 0.20、0.35をとった場合の応力分布を示す.界面に到達 したき裂は直進して繊維を破断するか界面に沿ってはく





図4 マトリックスき裂が繊維に近接した場合の界面上の 応力分布



離を生じるかの2通りが考えられるが、この破壊が σ_{θ} に支配されるものとすると、図5から $\sigma_{\theta}(\theta = \pi/2)$ $/\sigma_{\theta}(\theta = 0) = 0.20 - 0.30$ となるので、繊維の破断に先 行し、ブリッジング効果が生じるためには界面強度/繊 維強度の比を0.20~0.30より小さくする必要がある。す なわち繊維のブリッジング効果が生じるためには界面強 度をある程度弱くする必要がある。なお、従来の研究で も^{6),7)}この比を0.25としている。

3.3 界面はく離の進展の評価

次に繊維とマトリックスの界面はく離が進展する場合の解析も行った.界面き裂先端近傍の応力場は次式で定義される^{8)~10)}.

$$\sigma_y + i \tau_{xy} = \frac{K_1 + iK_2}{\sqrt{2\pi r}} \left(\frac{r}{l}\right)^{i\varepsilon} \tag{2}$$

ここで、 ε は応力の振動特異性の強さを表すバイメタ ル定数であり、Al₂O₃/SiC 系複合材料では、 $|\varepsilon| =$ 0.01233となる.また、lは基準長さであり、ここではl=2*a*にとった.上式の $K_1 \ge K_2$ が界面き裂の応力拡大 係数であり、本研究では BEM 解析および応力外挿法に より、この Kを求めた^{8)~10)}.

なお,この応力拡大係数と界面に沿うき裂進展に伴う 全エネルギ解放率 G_Tとは次式の関係がある.

$$G_T = \frac{1}{16 \cos h^2(\epsilon \pi)} \left[\frac{\kappa_1 + 1}{\mu_1} + \frac{\kappa_2 + 1}{\kappa_2} \right] (K_1^2 + K_2^2)$$
(3)

ここで, $\kappa_1 = 3 - 4\nu_i$ (平面ひずみ) とし, μ_1 , ν_1 は 母材の, μ_2 , ν_2 は強化材 (繊維) のせん断弾性係数, ポアソン比である.

図 6,7 にこの界面き裂の応力拡大係数 K_i , K_1 と K_2 の解析結果を $\sigma_m \sqrt{\pi_c}$ で無次元して示す.図 6 は一本の繊維のみ,図 7 は 2 本の繊維に界面はく離が生じた



場合である.

図 6, 7 からこの界面き裂の K は K_2 が支配的であ り, K_1 は小さいことがわかる.またエネルギー解放率 G_T に対応する K_i ははく離長さの増加とともに減少し ているので, K_i ないし G が界面き裂の進展を支配する とすれば,界面はく離はやがて停止し,はく離が成長す る限界長さが存在するものと思われる(これについては 後述する).

4. 破壊プロセスのシミュレーション

以上の解析結果により FRC のブリッジング効果に及







45卷9号(1993.9)

生産研究

657

ぼす界面はく離の影響および界面はく離の基本的な特性 が明らかになったが、FRCの高報性化機構を解明する ためにはマトリックスと繊維の強度のみならず界面強度 およびそのクライテリオンも考慮した総合的な評価が必 要となる. 試みに FRCの破壊過程を本解析の結果を用 いてシミュレーションした一例を以下に示す.

4.1 シミュレーションの方法

図8に本研究で行ったシミュレーションの方法を示す. まずマトリックスき裂が界面に達した状態を想定し,界 面き裂の解析により以下のクライテリオンを用いて界面 はく離長さを決定する.

$$K_i \ge K_{ic} \tag{4}$$

ここで K_i はエネルギ解放率に対応する力学パラメー タ, K_{ic} は実験により得られる界面の強度値とする.

次にマトリックスき裂を進展させ、繊維中間位置での 応力拡大係数 K_Iを解析し、マトリックスき裂が進展し 始める荷重を次式により算出する.

$$K_I \ge K_{mc}$$
 (5)

ここで、 K_I はマトリックスき裂のモード Iの応力拡 大係数、 K_{mc} はマトリックス単体の破壊靱性値とする. また、この荷重でのブリッジングしている繊維の負荷応 力 σ_f を計算し、次式を満たせば繊維が破断し、急速破 壊に至ると考える.

$$\sigma_f \ge \sigma_{fc} \tag{6}$$

ここで, σ_f は繊維の受ける反力, σ_{fc} は繊維の引張り 強さとする. (6)式を満たさなければ上述の操作を繰り返 すものとする.

4.2 シミュレーションの結果

4.2.1 はく離長さのシミュレーション本研究では、 $K_{ic} = 0.1K_{mc}$, $0.15K_{mc}$ の界面強度値を想定した.前述の手法により求めた各繊維に生じる界面はく離の長さの解析結果を図9に示す.マトリックスき裂の進展に伴い、生じる界面はく離長さは徐々に小さくなる.また界面強度が大きいほど界面はく離長さが小さくなることがわかる.

4.2.2 R曲線のシミュレーション (5)式でマトリックスき裂が進展し始める荷重を算出し、それを σ_{cr} とする. このき裂の進展荷重 σ_{cr} を用いて次式で定義する見かけ上の応力拡大係数 K_{app} を計算し、き裂進展 ΔC に対してプロットすると図10に示す R曲線が得られる.

$$K_{app} = \sigma_{cr} \sqrt{\pi (C_0 + \Delta C)} \tag{7}$$

この図から界面強度が強い方が破壊靱性・抵抗が大き





くなるが、繊維破断を考慮すると、繊維が破断し不安定 破壊に達する臨界き裂進展量は界面強度が弱い方が大き く、それゆえ、見かけ上の臨界 *K*_{app} も大きくなること が明らかになった。

以上の結果から FRC の高靱性化を図るためには界面 強度を適切にする材料設計の重要性が示唆される.

5. 結 言

本研究では,FRC 複合材料(Al₂O₃/SiC)の2次元 モデルについて BEM 解析を行い,界面はく離の繊維の ブリッジング効果に及ぼす影響を定量的に明らかにした. また,繊維とマトリックスおよび界面の破壊クライテリ オンを導入し,ブリッジング効果および破壊プロセスの シミュレーションの一例を示した.

(1993年6月2日受理)

参考文献

 D. B. Marshall and B. N. Cox, Acta Metall., Vol. 33, No. 11, 2013, 1985

2) M. D. Thouless, Acta. Metall., Vol. 37, No. 9, 2297, 1989 (以下,略)