403

# PSZ-SUS304 傾斜機能材料の破壊靭性分布に 及ぼす微視組織の影響と残留応力の推定

静岡大学	○東郷敬一郎	静岡大学[院]	飯塚	充久
静岡大学	荒木 弘安	静岡大学	島村	佳伸

## Influence of Microstructure on Fracture Toughness Distribution and Estimation of Residual Stress in PSZ-SUS 304 Functionally Graded Material Keiichiro TOHGO, Mitsuhisa IIZUKA, Hiroyasu ARAKI and Yoshinobu SHIMAMURA

#### 1 緒 言

高い耐熱性を有するセラミックスと高靭性を有する 金属からなり,材料組成が連続的に変化する傾斜機能材 料(FGM)は、セラミックスと金属の長所を活かし、か つ,熱応力を緩和できることから,耐熱性,耐摩耗性, 耐食性材料として期待されている.この種の材料を構造 材料として用いるには、熱的、機械的負荷に対する破壊 過程を明らかにするとともに,適切な強度評価を行うこ とが必要である.

本研究では、部分安定化ジルコニア(PSZ)粉末と2 種類の粒径のオーステナイト系ステンレス鋼(SUS304) 粉末を用いて粉末冶金法により作成した FGM および非 傾斜複合材料(Non-FGM)について破壊靱性試験を行い, 破壊靱性分布に及ぼす微視組織の影響を調べ、FGM に 生じていると思われる残留応力を推定した.

### 2 供試材料および実験方法

供試材料は, PSZ 粉末(平均粒径: 2.1 供試材料 0.32µm)と2種類のSUS304粉末(平均粒径:45µm, 10µm) を用いて粉末冶金法により作製した.PSZ粉末とSUS304 粉末を 10:0, 8:2, 6:4, 4:6, 2:8, 0:10 の体積割合で配合 し、ホットプレス焼結により、非傾斜複合材料および傾 斜機能材料を作製した. 粒径 45µm と 10µm の SUS304 粉末を用いて作成した材料をそれぞれ Non-FGM(45mm), FGM(45µm), Non-FGM(10µm), FGM(10µm)と標記する. また、画像解析により、PSZ と SUS304 の面積率を測定 し、体積率の実効値とした. Fig.1 に Non-FGM(45µm)と

Non-FGM(10µm)の組織写真を示す. 原料粉末の粒径の影 響により, Non-FGM(10µm)の方がより細かく分散してい

2.2 実験方法 Non-FGM の破壊靭性試験は Fig.2(a) に示すように, 切欠き開口 角 20°,切欠き長さ 2mm, 切欠き底半径15µmの片側 切欠きを加工した試験片 について, 三点曲げ試験を 行った. また, FGM の破 壊靱性試験は, Fig.2(b)に 示すように, セラミックス 表面に連結した微小き裂

ることがわかる.



(c) 80%PSZ non-FGM (10µm) (d) 20%PSZ non-FGM (10µm) Fig. 1 Microstructures of the materials.

をビッカース圧痕により導入した試験片について, 三点 曲げ試験による安定き裂成長試験を行った. 各試験とも に、室温大気中でクロスヘッドスビード 0.05mm/min の 変位制御で行い、荷重-変位関係を記録するとともに、 試験片側面を CCD カメラにより録画し、試験後、き裂 発生・進展の様子を観察できるようにした.なお, Non-FGM(45mm), FGM(45µm)の結果は既に報告したも のである.

## 3 実験結果および考察

3.1 Non-FGM による破壊靱性評価 Non-FGM の破壊 靱性試験中の試験片側面の観察によると,最大荷重にい たる直前に切欠き先端からき裂が発生・進展し、最大荷 重点を過ぎると急速なき裂進展とともに荷重は低下す る. そこで, 最大荷重と最大荷重時のき裂長さより各材 料の破壊靱性値を求めた. Fig.3 は破壊靱性値と SUS304 体積率の実効値との関係を Non-FGM(45µm), Non-FGM(10µm)に対して示したものである.図より,両

種の材料において、破壊靱性値は SUS304 体積率の増加 とともに上昇し,ほぼ同様な傾向を示し,微視組織の影 響は小さいようである.

3.2 FGM による破壊靱性評価 セラミックス表面に微 小き裂を導入した FGM 試験片に三点曲げ負荷を与える

と,材料組成の 分布,試験片の 寸法などの条件 により, 傾斜層 内の安定き裂成 長が実現できる

50um

50µm



Fig. 2 Specimen configurations. (dimensions in mm)

Notch radius: 15µm

安定成長中の応力拡大係数は各き裂先端位置での破壊 靱性値を意味するので,傾斜層の破壊靱性分布が得られ ることになる.

Fig.4 は, FGM(10μm)の三点曲げ試験により得られた 荷重と荷重点変位およびき裂長さとの関係を示したも のである.図に示すように,変位の増加とともに荷重は 増加し,A 点で予き裂からき裂の安定成長を開始する. き裂は 1.4mm まで安定に成長し,荷重が B 点に達した 瞬間に 1.9mm まで不安定成長し,C 点まで荷重は低下す る.その後,さらにき裂は傾斜層を安定に成長した後, 傾斜層-基材境界で停止し大きな塑性変形に至った.こ の材料では,不安定き裂成長しやすく,数本の試験を試 みたが,安定成長は認められたのはこの試験片のみであ った.一方,FGM(45μm)では,既に報告しているように, 全ての試験片で安定き裂成長が得られている.

Fig.4 の試験片に対して,破壊靱性値 K<sub>R</sub>を求め,き裂 長さすなわち FGM セラミックス表面からの距離に対し て示したのが Fig.5 である.き裂長さが 1.4mm~1.9mm の間はき裂が不安定成長をしたため,破壊靱性値は得ら れていない.図に示されるように,破壊靱性値の勾配が 小さく,そのためき裂の安定成長が得られにくかったも のと思われる.このようなデータより,破壊靱性値と傾 斜層の各組成すなわち SUS304 体積率との関係に再整 理したのが Fig.6 である.図には FGM(45μm)および Non-FGM の結果も示してある.図より,破壊靱性値と SUS304 体積率の関係は両 FGM ともに SUS304 体積率の 増加とともに上昇するものの, FGM(10mm)の方が FGM(45mm)よりもかなり高くなっており, 微視組織の 影響が認められる. これは, Fig.3 の Non-FGM の破壊靭 性値では, SUS304 粉末粒径の影響が見られなかったこ とと対照的である. さらに、Non-FGM による破壊靭性 値と比較すると、特に 10µm の場合において、セラミッ クス側で FGM の方が Non-FGM よりも高くなっている. 3.3 破壊靱性値分布の比較 FGM においてはその製造 過程で金属とセラミックスの熱膨張係数の差によりセ ラミックスリッチ側に圧縮の残留応力が生じるが, FGM の破壊靭性値はこの残留応力の影響を含んでおり, その ために高い値になっているものと思われる. そこで、 FGM と Non-FGM の破壊靭性値の差は、残留応力による ものとして次式により表示し、

$$K_{\text{Res}}(x) = K_{\text{R}}^{\text{Non-FGM}}(x) - K_{\text{R}}^{\text{FGM}}(x)$$
(1)

 $K_{\text{Res}}(x)$ に対応する残留応力分布 $\sigma_{\text{Res}}(x)$ の推定を行った。

Fig.7 は本実験により得られた各 FGM の  $K_{\text{Res}}(x)$ で、 Fig.8 は各 FGM の残留応力分布 $\sigma_{\text{Res}}(x)$ の推定結果である。 図より、FGM においてはセラミックスリッチ側に圧縮 残留応力が生じており、表面近傍では、FGM(45mm)で 約 100MPa、FGM(10mm)で約 200MPa と微細組織ほど高 く推定されている。

(結言および参考文献:省略)

