科学研究費助成事業

研究成果報告書

科研費

平成 28年 7月13日現在

機関番号: 8 2 1 0 8
研究種目: 若手研究(B)
研究期間: 2012 ~ 2014
課題番号: 2 4 7 6 0 0 9 3
研究課題名(和文)自己治癒における改変機構の解明と次世代自己治癒セラミックスの創製
研究課題名(英文)Development of Advanced Self-Healing Ceramics Including Remodeling Mechanism
研究代表者
長田 俊郎 (Osada, Toshio)
独立行政法人物質・材料研究機構・構造材料ユニット・研究員
研究者番号:5 0 5 9 6 3 4 3
交付決定額(研究期間全体):(直接経費) 3,500,000円

研究成果の概要(和文):生命体の主な構造用部材である"緻密骨"が持つ改変期を含む自己治癒機能を次世代航空機 エンジンの静翼等の候補材である酸化物系セラミックス基複合材に発現し、その信頼性を抜本的に改善することが本研 究の目的である。本研究ではセラミックスのき裂治癒機構の解明およびき裂治癒による強度回復モデルの提案を行った 。提案式は実験値と良く一致することから、本モデルは様々な酸化誘起型自己治癒セラミックスにおいて使用温度にお けるき裂治癒速度予測に極めて有用である。また、本モデルは治癒エージェントの酸化特性やミクロ組織等の材料特性 を含むことから、次世代自己治癒セラミックスの設計指針を構築する上で極めて有用である。

研究成果の概要(英文): Our final target in this project is to overcome the reliability issues in brittle oxide based ceramics composite by using self-crack-healing function bioinspired from human compact bone. The function allows the self-healing ceramics to be an attractive candidate for the next-generation turbine blade materials. We here try to clarify the self-healing mechanics and to propose the model for strength recovery in the oxidation-induced self-healing ceramics as an example of alumina/SiC composites. The predicted strength recovery rate showed in good agreement with experimental values. Thus, the model will be a useful to establish the design guide of next-generation self-healing ceramics for the jet engine applications.

研究分野:材料工学

キーワード: 耐熱材料 自己治癒材料 セラミックス 破壊力学

1. 研究開始当初の背景

(1) セラミックス基複合材は Ni 基超合金の 代替材として、次世代航空機エンジンやマイ クロガスタービン等の高温構造部材への適用 が期待されている。特に、酸化物系セラミッ クス基複合材は炭化ケイ素/炭化ケイ素複合 材(SiC/SiC)に比べ耐酸化性に優れるため、 実用化の期待が高まっている。しかしながら、 破壊靱性値が極めて低いため、使用中に異物 の衝突や熱衝撃等で発生した微小なき裂が部 材の致命的な損傷となる。この様な材料の低 信頼性が酸化物系セラミックスの実用化の第 一の障壁である。

この様な問題に対し、我々生命の体を構成 する"緻密骨"の持つ機能を複合材に模擬する ことが最も有効であると期待している。骨は 人体における主要な構造用部材であり、その 中では、日常生活及び突発的なアクシデント (交通事故等)により、微視的及び巨視的な き裂が日常的に発生・進展している。しかし ながら、それらき裂の発生自体を引き金とし て"自己治癒機能;炎症期、修復期、改変期"[1] を発動させ、劣化した機能(ここでは強度)を "完全回復"することが可能である。さらに"階 層的強化構造"[2]が、それらき裂の進展を抑 制し、自己治癒に必要な十分な時間を与えて いる。これら二つの機能の共存により、緻密 骨は脆性材料でありながら、一般的な脆性材 料よりも遥かに高い信頼性と長い寿命を持つ。 これら機能を、酸化物系セラミックス基複合 材に付与することが可能ならば、将来の実用 化の障壁に対するブレイクスルーとなり得る。

2. 研究の目的

生命体の主な構造用部材である"緻密骨"が 持つ改変期を含む自己治癒機能を次世代航空 機エンジンの静翼等の候補材である酸化物系 セラミックス基複合材に発現し、その信頼性 を抜本的に改善することが本研究の目的であ る。本研究では、提案されている自己治癒 ラミックスの中で、唯一完全な強度回復を達 成する材料である Al₂O₃/SiC 複合材[3]に注目 し、その改変期を含む自己治癒の強化機構の 解明及びそれによる強度回復機構のモデル化 を試みる。これにより、完全な強度回復に必 要な"改変期を含む自己治癒"の提案と、次世 代自己治癒セラミックス設計指針の構築を目 指す。

3. 研究の方法

供試材は、アルミナ粉末(平均粒径 0.2µm) に炭化ケイ素粒子(平均粒径:0.27µm)を 30vol.%複合した Al₂O₃/30 vol.%SiC 複合材を 用いた。焼結体から試験片を切り出し、ビッ カース硬度計により、表面に長さ約100µm ア スペクト比 0.9 の半楕円予き裂を導入した。 予き裂は1200℃および1000℃、1~300時間、 大気中の条件でき裂治癒処理を施した。き裂 治癒材の強度は三点曲げ試験により評価した。 き裂治癒部のミクロ構造は、走査型電子顕微 鏡(SEM)と集束イオンビーム加工装置(FIB) を直角に配置した微細組織三次元マルチスケ ール構造解析装置(FIB-SEM)を用い評価した。

4. 研究成果

(1)自己治癒の強化機構の解明 ①自己治癒セラミックスのき裂治癒挙動と破 壊起点:

図1に複合材のき裂治癒挙動と破面の SEM 像を示す。1200℃におけるき裂治癒材の強度 は、5時間の熱処理により無欠陥材と同程度 にまで回復し、それ以上では一定の値を示し た。この際、5時間未満の熱処理を施した試験 片の破壊起点は、破面(a) に示すような予き 裂の最大開口部に対応する圧痕近傍であり、 それ以上の場合、破壊起点は破面(b)に示す ように全て予き裂部外に遷移した。従って、 強度および破壊起点の両面から 1200℃ にお ける最短のき裂完治時間は5時間であると結 論づけられる。以上のように、完全な強度回 復達成する本複合材の自己治癒機構の解明に は、予き裂の最大開口部からの破壊を決定す る、酸化物によるき裂面間の接合挙動および 未修復欠陥の幾何学形状を十分に理解する必 要があることが明らかとなった。

②き裂治癒部のナノ・ミクロスケール構造解析:

図2 に予き裂材、1200°C-1 時間、および 1200°C-50 時間治癒材の予き裂最大開口部の 断面 FIB-SEM 像を示す。図2(a) に示すよう に、ビッカース硬度計で導入したき裂は、主 にアルミナ粒界と凝集した SiC の粒内・粒界 を伝播しており、圧痕近傍の最大き裂開口量 は約150 nm であった。また、圧痕直下には、 複数の粒界割れが集合したプロセスゾーン域 が確認された。さらに、SiC の凝集体の直径は、



図1 (a)強度回復挙動および(b)破壊起点



図2 FIB-SEMにより取得した、き裂治癒 部の断面写真:(a)予き裂材、(b) 1200℃-1時間、および(b)1200℃-50 時間き裂治癒材

SiC 粒子径(平均粒径 0.27µm)に対し、8~20 倍程度の 2~5µm 程度まで粗大化していた。

強度回復が未達成(1200℃-1 時間)なき裂 治癒材の予き裂最大開口部は、き裂面に曝露 された SiC が酸化し、生成した酸化物がき裂 面間を部分的に接合・架橋していた。また、酸 化物による架橋は凝集した SiC が存在する箇 所から開始され、酸化物の増加と共に徐々に 母材であるアルミナ/アルミナ間に拡大し、未 修復欠陥が縮退していく様子が確認された。 その未修復欠陥の大きさは、二次元的には 2~5µm 程度であった。しかしながら、三次元 的には未修復き裂は三次元的に連結し、大き な欠陥を形成していた。この様に、酸化物量 がき裂体積に対し少量である場合、予き裂最 大開口部には多数の未修復欠陥が存在し、そ れらが三次元的に連結しているため、完全強 度回復が達成されなかったのだと考えられる。 一方、完全強度回復を果たしたき裂治癒部は、 き裂体積に対し十分な量の酸化物が生成した ため、1 時間のものと比較して三次元的に十 分に充填・接合されていた。しかしながら、完 全強度回復を達成した治癒部であっても、未 修復な欠陥がいくつか確認された。その欠陥 サイズは最大で1um程度であり、本複合材が 潜在的に有している内部欠陥サイズに対し十

分に小さい値であると予想される。

以上の結果より、FIB-SEM を用いたマルチ スケール構造解析により、今まで理解が不十 分であった、き裂治癒過程におけるき裂面間 の接合挙動と未修復欠陥の幾何学形状を把握 可能であることが明らかとなった。また、そ れら挙動は、複合した SiC 分散状況や形状に 相関を持つことが明らかとなった。

(2)酸化誘起型自己治癒のモデル化

①体積増加によるき裂充填モデル酸化誘起型自己治癒によるセラミックスの強度回復は、非酸化物であるSiCの高温酸化により生成した酸化物が発生した表面き裂を充填することで達成されるSiCのパッシブ酸化は以下のように示される。

$$SiC(s) + \frac{3}{2}O_2(g) = SiO_2(s) + CO(g)$$
 ...(1)

従って、き裂の充填は SiC(s)から SiO2(s)への 体積膨張 ΔV_{CH} により達成され、酸化物による き裂の充填率 f_{CH} は

$$f_{\rm CH} = \frac{\Delta V_{\rm CH}}{V_{\rm C}} = \frac{\Delta V_{\rm CH}^{\rm C} + \Delta V_{\rm CH}^{\rm H}}{V_{\rm C}} \qquad \dots (2)$$

と表される。ここで、 $V_{\rm C}$ はき裂体積であり、 ビッカース予き裂の最大開口変位(図2)等本 研究で得られた幾何学形状データより算出可 能である。また、 $\Delta V^{\rm C}_{\rm CH}$ および $\Delta V^{\rm H}_{\rm CH}$ はそれぞ れ一定温度および昇降温時における体積膨張 量を示す。図1(a)に示すように高温でき裂 は短時間で完治するため、 $\Delta V^{\rm C}_{\rm CH}$ に対し $\Delta V^{\rm H}_{\rm CH}$ が無視できず、考慮が必要となる。

 ΔV^{c}_{CH} は SiC の等温酸化式より予測可能で ある。一般的に酸化による SiC 単位面積当た りの重量増加は下式のような Wagner モデル に従った放物線則に従うとされる。

$$\Delta V_{\rm CH}^{\rm C} = \frac{2Af_{\rm v}f_{\rm E}}{\Delta\rho} \left\{ k_{\rm o} \exp\left(\frac{-E_A}{RT_{\rm H}}\right) t_{\rm H} \right\}^{\frac{1}{2}} \qquad \dots (3)$$

ここで、A はき裂片面の面積、 $f_{,i}$ は SiC 粒子の 体積率、 f_{E} は SiC 暴露率、 t_{H} は治癒時間であ る。 Δ pは(1)式による単位重量増加当たりの体 積増加であり反応・生成物のモル質量および 密度より計算可能である。また、 k_{o} は頻度因 子、 E_{A} は酸化の活性化エネルギー、R は気体 定数、 T_{H} は治癒温度である。等温酸化試験の 結果より、SiC 焼結体において報告されてい る k_{o} および E_{A} の値を使用した。

一方で、 $\Delta V^{H}_{CH} i \Delta V^{C}_{CH} を室温から治癒温度$ $T_H まで積分することで推定可能である。本積$ 分には指数積分 Ei(x)の計算が必要なため詳細 $は省略するが、本式により<math>\Delta V^{H}_{CH}$ を理論的に推 定可能となる。以上のような計算より、 $f_{CH} \ge 1$ の場合はき裂完治および $f_{CH} < 1$ の場合は未充 填といった判定が可能となる。

②非線形破壊力学を用いた強度回復モデル f_{CH} < 1 の場合、図 2 (b) のように治癒部には 極めて微細な未修復欠陥が残存している。こ



図3 き裂治癒部のミクロ組織観察により提案する 酸化誘起型自己治癒による強度回復モデル: (I)き裂完治(II)強度未回復





の様な微細な欠陥は、線形破壊力学の適用可 能な小規模降伏条件を満たさないため、破断 強度を予測するためには、き裂先端の塑性域 (セラミックスの場合:プロセスゾーン域) の影響を考慮した非線形破壊力学によるモデ ル化が必要不可欠である。微細欠陥からの破 壊強度の予測には、安藤らが提案しているプ ロセスゾーン寸法破壊基準が極めて有用であ る。欠陥材の破壊強度 σ_c は下式で表すことが 可能である。

$$\sigma_{\rm c} = {\rm Acos} \left(\frac{{}_{8Fc} \sigma_F^2}{\pi K_{\rm IC} + 8Fc \sigma_F^2} \right) \frac{2 \sigma_F^2}{\pi} \qquad \dots (4)$$

ここで、K_{IC}は小規模降伏条件下で得られる破 壊靱性値、oFは表面無欠陥材の破断強度、Fは き裂形状や応力負荷形式に依存した形状係数 である。従って、高温酸化後の微細な未修復 欠陥の寸法 cRおよび形状係数 F が予測できれ ば、*f*_{CH} < 1 の場合のセラミックスの強度を推 定可能となる。

しかしながら、未修復欠陥の厳密な c_R およ び F を予測することは極めて困難である。従って、図 2 のミクロ組織観察結果に基づき、 図 3 に示すような、破断強度の上限および下限となる条件として、それぞれ①き裂架橋型 治癒モデルおよび②き裂縮退型治癒モデルを 提案する。き裂架橋型治癒モデルの場合、生成した酸化物がき裂面間を架橋するため未修 復欠陥の寸法 c_R は、初期き裂長さ c ではなく 炭化ケイ素の粒子間距離に依存する。一方、 縮退型治癒モデルにおける c_R は初期き裂長さ c と充填率 f_{CH} の関数として表すことが出来 る。以上のモデルを用いることで、未治癒な 自己治癒セラミックスの強度回復速度を推定 可能である。

図 4 に実験より得られた Al₂O₃/30vol%SiC 複合材のき裂治癒材および予き裂材の強度お よび強度推定結果を示す。予き裂材の強度は、 ビッカース圧痕周辺の引張り残留応力を考慮 する必要があるため、(4)式において、F=0.69 を用いると、 $K_{\rm IC}=K_{\rm IM}=2.8$ MPa·m^{1/2} であった。 過去の研究より、破壊靱性値の真値は $K_{\rm IC}=K_{\rm IM}/(1-0.3)=4.0$ MPa·m^{1/2} であることが明 らかとなっている。一方、(2)~(3)式より、 1300℃-1hの条件でき裂治癒をした場合、完治 可能な最大き裂長さ (f_{CH}=1) は 2c=190µm と 推定され、実験値と良い一致を示した。更に、 それ以上の予き裂長さにおいては、1300℃-1h の熱処理を施してもき裂は未修復と予測され るが (f_{CH} < 1)、き裂架橋型治癒モデルおよび き裂縮退型治癒モデルを用い c_Rを推定するこ とで、強度回復を推定可能である。き裂治癒 材の強度は上限値および下限値の範囲内に分 布し、モデルと良い一致を示した。

(3)以上のように本研究ではセラミックスの き裂治癒機構の解明およびき裂治癒による強 度回復モデルの提案を行った。提案式は実験 値と良く一致することから、本モデルは提案 されている様々な酸化誘起型自己治癒セラミ ックスにおいて様々な温度におけるき裂治癒 速度予測に極めて有用である。また、本モデ ルは治癒エージェントの酸化特性やミクロ組 織等の材料特性を含むことから、次世代自己 治癒セラミックスの設計指針を構築する上で 極めて有用である。

(4)以上のような自己治癒の速度論解析結果 を用い、改変期を含む新規自己治癒セラミッ クスの創製に挑戦した。詳細な結果の言及は 控えるが、合金設計及び組織設計の結果、従 来材よりも 60000 倍高速でき裂を完治可能な 極めて高機能な自己治癒セラミックスの開発 に成功した。これら成果は国内及び国際特許 として出願済みである。今後権威ある国際し に投稿予定である。

<引用文献>

① Taylor et al., Living with cracks: Damage and repair in human bone, *nature materials* vol. 6

(2007) 263-268.

- 2 Wegst et al., Bioinspired structural materials, *nature materials* vol. 14 (2015) 23-36.
- ③ Osada et al., Self crack-healing behaviour in ceramic-matrix composites, Advances in ceramics matrix composites, Woodhead Publishing Ltd., (2014) 410-441

(研究代表者、研究分担者及び連携研究者に は下線)

〔雑誌論文〕(計 5 件)

- 長田俊郎、鴨田紀一、酸化速度論と非線形 破壊力学を用いた自己治癒セラミックス のき裂治癒速度予測、日本機械学会 2014 年次大会講演論文集、CD-ROM、2014、 JO470104、1-3 査読なし
- 1
 2
 鴨田紀一、長田俊郎、三留正則、原徹、高 橋宏治、自己治癒セラミックスにおける き裂治癒部のナノ-ミクロ構造解析、日本 機械学会 2014 年次大会講演論文集、CD-ROM、2014、J0470206、1-3 査読なし
- ③ <u>T.Osada</u>, Kinetic model for self-crack healing in ceramics and possibility of turbine blade application, Proceedings of the 4th International Conference on Self-Healing Materials, 2013,573-577 査読あり

〔学会発表〕(計 8 件)

- 長田俊郎、航空機エンジン用次世代耐熱 材料の創製、第169回春期講演大会、日本 鉄鋼協会、2015年3月18日、東京大学駒 場Iキャンパス、東京都目黒区
- ② 長田俊郎、三留正則、原徹、耐熱セラミックス開発における新たな展開-自己亀裂治癒セラミックスの設計・開発-、第 14 回 NIMS フォーラム、2014 年 10 月 9 日、東京国際フォーラム、東京都千代田区
- ③ 鴨田紀一、長田俊郎、三留正則、原徹、高 橋宏治、自己き裂治癒機能を有する耐熱 セラミックスのマルチスケール構造解析、 日本金属学会、秋期講演大会、2014 年 9 月 26 日、名古屋大学、名古屋
- ④ 長田俊郎、原田広史、谷月峰、中尾航、航空機エンジン用次世代耐熱材料の開発と 今後の展望、高温強度と組織形成の材料 科学研究会「平成25年度夏の学校」、日本 金属学会、2013年8月30日、ラフォーレ 蔵王、宮城県刈田郡蔵王町
- ⑤ 鴨田紀一、長田俊郎、高橋宏治、原徹、セラミックスの自己き裂治癒における改変 機構の解明、日本金属学会、2013 年 3 月 27 日、東京理科大、東京都新宿区神楽坂

〔図書〕(計 0 件)

○出願状況(計 2 件)

名称:治癒活性剤を含む酸化誘起型自己治癒 セラミックス組成物、その製法及びその用途、 並びに酸化誘起型自己治癒セラミックス組成 物の高機能化方法 発明者:<u>長田俊郎</u>、鴨田紀一、原徹、三留正則、 阿部太一、大村孝仁、中尾航 権利者:国立研究開発法人物質・材料研究機 構、国立大学法人横浜国立大学 種類:特許 番号:特許願 2015-122293 号 出願年月日:平成 27 年 6 月 17 日 国内外の別: 国内

名称:治癒活性剤を含む酸化誘起型自己治癒 セラミックス組成物、その製法及びその用途、 並びに酸化誘起型自己治癒セラミックス組成 物の高機能化方法 発明者:<u>長田俊郎</u>、鴨田紀一、原徹、三留正則、 阿部太一、大村孝仁、中尾航 権利者:国立研究開発法人物質・材料研究機 構、国立大学法人横浜国立大学 種類:特許 番号:PCT/JP2016/067513 出願年月日:平成28年6月13日 国内外の別: PCT 出願(海外)

○取得状況(計 0 件)

名称: 発明者: 権類者: 番房年月日: 取得年月日: 国内外の別:

[その他]

- ホームページ等
- 化学工業日報、5 面、「物材機構 自己治 癒型セラ開発-炭化ケイ素で修復 ター ビン部材など的-」2013年11月25日(月)

6. 研究組織

- (1)研究代表者
- 長田 俊郎 (OSADA, Toshio)
- 独立行政法人物質・材料研究機構、元素戦略 材料センター構造材料ユニット強度設計グル
- ープ・研究員 研究者番号:50596343

〔産業財産権〕

^{5.} 主な発表論文等