科学研究費助成事業

研究成果報告書



研究成果の概要(和文):本研究では、Agナノ粒子焼結体の応力緩和特性および疲労き裂進展特性を独自のミニ チュア試験片により計測した.この結果,焼結温度573Kまでは特有の低温クリープによる応力緩和が発現する. このクリープはAg焼結体特有の粒界構造とそこにおける拡散に支配される.また,疲労き裂進展特性は焼結温度 の上昇とともに向上し,焼結温度573Kではより焼結温度が低い423Kに比較し,その速度は1/10となる.これら の結果から,Agナノ粒子を用いて,573Kで焼結接合すれば,応力緩和により半導体を熱応力から保護し,かつ良 好な疲労信頼性を示す接合構造が得られる可能性を示した.

研究成果の概要(英文): In this study, stress relaxation characteristics and fatigue crack propagation characteristics of sintered Ag nanoparticles were measured by original miniature specimens. As a result, stress relaxation due to characteristic low-temperature creep is developed up to the sintering temperature of 573 K. This creep is governed by the grain boundary structure peculiar to the Ag sintered body and the diffusion at the boundary. On the other hand, fatigue crack propagation characteristics improved with increasing sintering temperature, and at a sintering temperature of 573 K, the sintering temperature is lower than the low sintering temperature of 423 K. From these results, it was revealed that the joint structure having good fatigue reliability and ability of protecting the semiconductor from thermal stress by the relaxation could be obtained when Ag nanoparticles are sintered at 573 K.

研究分野:マイクロ接合

キーワード: 銀ナノ粒子 焼結接合 疲労信頼性 クリープ

1. 研究開始当初の背景

電気自動車(EV)やハイブリッドカー(HV) の高性能化を目的として,高温動作可能な SiCやGaNを用いたパワーデバイスの開発が 進められている.しかしながら,高温動作に 耐えるパッケージ技術が開発されていなく, SiC や GaN を用いたパワーユニットの実現は 困難なものとなっている.このため、高温動 作に耐えるパワーデバイスパッケージ技術 の開発が急務となっている. 高温動作温度を 実現するパッケージ開発の鍵となるのが半 導体素子を放熱板に接合するダイアタッチ と呼ばれる接合材料である.ダイアタッチ材 料は、接合性とともに優れた熱伝導性を有す る必要がある.加えて,動作温度の変化に伴 う熱疲労によるき裂発生が熱伝導低下を招 くため, 高い熱疲労抵抗が求められる. 従来, ダイアタッチ材料には Pb-Sn はんだ合金が用 いられてきた、しかし、ワイドバンドギャッ プ半導体を用いた高温動作環境では,低融点 である Pb-Sn 系はんだはクリープや熱疲労な どの信頼性が確保出来ないため、使用するこ とが出来ない. Pb-Sn 系はんだに代わる代替 材料が模索されているが、耐熱性に加え、熱 応力から半導体を保護する応力緩和性能を 有する適切な材料は開発されていない. 高耐 熱性を重視した場合、高融点材料となり、難 接合性で, さらに, 材料の強度が高く, 適度 な応力緩和性能が得られず熱応力により半 導体素子が破損する問題が生じる.これまで、 高温用ダイアタッチ材料として, Cu-Sn 金属 間化合物, Ag ナノ粒子による焼結接合など が国内外で盛んに試みられてきた.しかし, いずれの材料も高い耐熱性を有するが耐衝 撃性が低く、かつ応力緩和性能が不十分であ り,実用化には至っていない.これらの開発 されてきた材料では,応力緩和性能が低いこ とが重要な問題点となっている.

最近,申請者は低温で接合可能であり,か つ優れた熱伝導を示す粒径 100nm 程度の Ag ナノ粒子を焼結した材料の力学特性を調査 し,内部に多数の空孔を有する状態の Ag ナ ノ粒子焼結体が,金属材料のクリープ開始温 度である 0.4Tmより低い室温(0.24 Tm)でク リープ変形する興味深い変形挙動を初めて 発見し,さらに,このクリープ速度が内部構 造に依存し,焼結条件により制御可能である ことを示唆する結果を得た.この新たに観察 された低温クリープを活用すれば,接合時の 条件を制御することにより,適切な応力緩和 性能を高融点ダイアタッチ材に持たせるこ とが可能となり,高温動作パワーデバイスが 世界に先駆け実現出来ると考えられる.

2. 研究の目的

前述のように、Ag ナノ粒子焼結接合を用いれば、適切な応力緩和性能を持たせることが出来ると考えられるが、Ag ナノ粒子焼結体の力学的信頼性に関して詳細に研究された例は無く、その詳細は未だ不明である.実

用化に向けて変形機構および信頼性に関す る詳細な研究が必要である.本研究では,内 部に空孔構造を有する Ag ナノ粒子焼結体の 低温クリープの機構,および疲労信頼性を解 明し,高温動作パワーデバイスに最適なダイ アタッチ材を開発の指針を得ることを目的 とした.

研究の方法 (1)供試材

门厌സ的

供試材には、平均粒径約100nmのAgナノ 粒子ペーストを用いた.試験片には、このペ ーストを無加圧で室温から焼結温度まで 60 分かけて昇温し、焼結温度で 30 分保持をし て焼結した板材を用いた.焼結温度は 423K および 573K とした.試験片は図1に示すミ ニチュア引張試験片とした.各温度で焼結し て得た板材を図1に示す形状に仕上げ、力学 試験に供した.



図1 静的力学試験用試験片

図2に焼結後のAgナノ粒子焼結体の内部 ミクロ構造を示す.Agナノ粒子焼結体は多 数の空隙を有するポーラス構造になってお り,焼結温度の上昇に伴い平均結晶粒径は約 2倍に増加し,空孔率が減少する緻密な組織 となる.空孔率は423K焼結体で29.6%,573K 焼結体で12.4%である.



図2 焼結後の内部構造

(2)静的力学試験

応力-ひずみ曲線取得のため引張試験を行った.初期ひずみ速度は熱疲労変形における 信頼性解析を考慮し,10⁻⁵/s とした.また, 試験温度は298K,373Kおよび423Kの3水 準とした.また,応力緩和挙動は,初期ひず み速度10⁻³/s で試験片に引張ひずみを与え, その後,1500秒ひずみを保持することにより 得た.試験温度は298K,373Kおよび423K の3水準とした.応力緩和試験により得られ る荷重-時間曲線からクリープ特性を後述す る方法により解析的に取得し,変形機構について検討した.いずれの試験においても,力 学試験機には、ピエゾアクチュエータを用いた低荷重力学試験機(10%)を用いた.変位は試験片固定治具近傍に取り付けた静電容量式センサーにより測定した.加熱は固定治具内部に取り付けたセラミックスヒーターにより行い、試験中、設定温度は試験温度±2Kに制御した.(3)クリープ特性解析

本研究では、焼結材のクリープ変形機構を 調査するため、焼結体の緻密部のクリープ特 性を解析した. 緻密部のクリープ特性は、内 部構造を再現したミクロスケールモデルを 用いた有限要素法解析 (FEM) により逆解析 的に求めた. クリープ変形は Norton 則に従う と仮定した 図3にAgナノ粒子焼結体の内部 構造を再現した 3D ミクロスケール FEM モデ ルを示す.これらのモデルは, 0~40 nm 間隔 で観察した試験片断面画像を結像して 3D-CAD モデルを作成し、その CAD モデル に要素分割を施すことで作成した. 断面観察 には FIB-SEM (Focused Ion Beam-Scanning Electron Microscope) を用いた. 要素タイプに は4面体10節点を用い、モデルの節点数は 423K 焼結体および 573 K 焼結体で, それぞれ, 約18万および約21万である.ソルバーには ANSYS ver. 16.0 を用いた.



図 3 3D ミクロスケール FEM モデル (a) 423K 焼結体, (b) 573K 焼結体

(4)疲労試験

疲労特性は、パワーデバイスの製品寿命を 決定する疲労き裂進展特性を計測して評価 した.疲労き裂進展試験には、図4に示す、 片側切り欠き付きミニチュア平板試験片を 用いた.疲労き裂進展試験は、変位制御型の 片振り引張-引張モードで行った.制御波形は 対称三角波、ひずみ速度 10⁻²/s および 10⁻³/s、 全変位範囲は4µm~10µm、試験温度は低サイ クル疲労試験同様 413K とした.疲労試験機 には低サイクル疲労試験と同一の試験機を 用いた.疲労き裂長さは試験機上部に取り付 けたマイクロスコープにより測定した.

微小疲労き裂進展挙動は、繰り返しJ積分 (Δ)を用いた.片側切欠き付き試験片に対す るΔJ算出の簡便式が無いため、ΔJはFEM解 析により算出した.FEMモデルは、1/2対称 2次元モデルとし、疲労き裂長さ毎に作成した.要素タイプは4辺形8節点の平面ひずみ 要素としたき裂先端周辺の20µm×20µmの領 域には1辺2µmの正方形の要素分割を施した. FEM解析は、低サイクル疲労試験同様、弾塑 性解析とし、塑性構成則には Chaboche モデ ルを用いた.材料定数は実験で得られる変位 -荷重ヒステリシスループより逆解析により 決定した.なお、ΔJ は繰り返し応力-ひずみ 曲線が応力-ひずみヒステリシスループの 引張り負荷過程と相似形であると仮定し、繰 り返し応力-ひずみ曲線を用いて1/4サイクル の引張負荷過程を解析して求めた J 積分を 4 倍する方法により算出した¹⁾.



図4 疲労き裂進展試験片

4.研究成果(1)静的力学特性評価



図 5 Ag ナノ粒子焼結体の応力-ひずみ曲線

各試験温度における引張試験結果を図5に 示す. なお, この応力-ひずみ曲線は Ag ナノ 粒子焼結体の空孔を含むマクロ的な結果を 示している. また, 423K のデータに関して は、アクチュエータストロークの都合上,破 断まで試験していない. 298K では、いずれ の焼結体も降伏後,穏やかなひずみ硬化を示 し、ひずみ 3%程度で破断する.純金属とし ては脆性的な性質を示す. 焼結温度に着目す ると、焼結温度の上昇に伴い、降伏強度が高 くなり、破断延性が低下する. 373K では、 降伏応力が室温の1/3~1/4に低下し,さらに, 降伏後、ひずみ硬化を示さず応力が一定とな る回復型の応力-ひずみ曲線を示す.また, 298K で観察された焼結温度の違いによる強 度の違いは見られない. 423K では、降伏応 力がさらに低下し、298K に比較し、延性が 向上する.また,焼結温度の違いによる強度 の違いは、373K 同様、見られない. 応力-ひ ずみ曲線が回復型となることは、クリープ変 形を生じていることを示している. これらの 結果は, Ag ナノ粒子焼結体が比較的低い温

度からクリープを開始することを示してお り、また、焼結温度を上げてもクリープ変形 は停止しないことを示唆している.

応力緩和試験結果を図 6 に示す. Ag ナノ 粒子焼結体は焼結温度に関わらず,室温 (0.24 T_m)から応力が時間とともに低下する 応力緩和現象を示す.前述の引張試験結果と 合わせて考えると,Ag ナノ粒子焼結体は室 温 (0.24 T_m)からクリープを開始することを 示している.また,これらの結果は,焼結温 度が上昇することにより組織が緻密化して マクロ的な強度は増加するが,クリープは停 止しないことを示している.







図7 定常クリープひずみ速度と応力の関係

応力緩和がべき乗則クリープにより支配 されていると仮定し、ミクロスケールモデル を用いて逆解析的に取得した緻密部の定常 ひずみ速度と応力の関係を図7に示す.いず れの焼結温度においても直線の傾きである 応力指数はおおよそ 5~8 の値であり、転位ク リープの値に近い.また、クリープ強度およ び応力指数におよぼす焼結温度の影響は少 ない. 特に, 423K ではクリープ強度に焼結 温度の違いは見られない. 焼結温度上昇によ り焼結が促進し、クリープ強度は向上すると 予想された.しかし、クリープ特性におよぼ す焼結温度の影響は顕著でない. つまり、焼 結温度上昇により空孔が減るため、見かけ上 クリープ強度は上昇するが、緻密部の特性は 焼結温度が上昇しても向上しないと考えら れる. クリープのみならず, 緻密部の弾性率 は 423K 焼結体で 23~45GPa, 573K 焼結体で 45~60GPa となり, 焼結温度の上昇によって

若干増加する.これらの値は,依然,バルク Ag の弾性率と比較して低く,焼結温度上昇 が緻密部の緩和特性を劣化させないことが わかった.

図7に示すように、Agナノ粒子焼結体緻 密部のクリープ応力指数は金属材料の転位 クリープに近い値を示し,また,活性化エネ ルギーは,いずれの焼結温度においてもバル クAgの格子拡散の活性化エネルギーの約1/2 であった、バルク金属材料では、これらのデ ータは転位芯拡散によるクリープを示す.し かし、低温域における Ag ナノ粒子焼結体の 高速なクリープは、バルク金属のクリープと は異なる機構であることが示唆される.近年 の研究では, FCC 金属において交差すべりに よる低温クリープや, HCP 金属において内部 応力により粒界に押し出された転位が粒界 をすべる低温クリープが発見されている²⁻⁴⁾. しかし、これらの低温クリープでは、活性化 エネルギーが極めて小さい特徴を有してお り、活性化エネルギーが格子拡散の 1/2 であ る本研究のクリープとは合致しない.本研究 で用いた Ag ナノ粒子焼結体では,粒界の品 質が低く,かつ結晶粒径がサブミクロンサイ ズであることを考えると、クリープは低品質 な粒界で起きていると予想される. つまり, 粒界近傍に欠陥を多く含むことで粒界拡散 に似た現象が起きているのではと予想され る. 焼結により形成した粒界に着目して引張 試験前後の組織観察を行った結果を図8に示 す. 試験温度は 423K で, 公称ひずみ 4%時点 で組織を観察した.引張試験前後で組織を比 較すると, 丸印で囲んだ箇所において, 粒界 が氷柱のように変形して幅が広がっている 様子が確認できる. Ag ナノ粒子焼結体の粒 界近傍は空孔などの欠陥を多く含む構造を 有していると考えられる.このため,低温域 でも粒界近傍で拡散が起こり、このような変 形が生じたものと考えられる.また、一般に 結晶粒サイズがサブミクロン以下の多結晶 金属においては、 粒界が転位の障害となる構 造特性を示し, 塑性変形が粒内から破壊に遷 移することが知られている.特にナノオーダ ーの結晶では転位が生じにくく, また, 粒界 の体積比が急増するため、マクロな材料特性 に対して, 粒界自体の特性が影響をおよぼす ことが知られている⁵⁻⁷⁾.

本研究の結果からは焼結温度を 573K に上 昇させても粒界の性質は向上せず, Ag ナノ 粒子焼結特有の粒界拡散によるクリープが 低温域から発生することがわかった.疲労特 性の観点からは焼結温度が低く空孔率が高 い焼結構造は有害であることが一般に予想 され,より緻密な構造が得られるより高い焼 結温度が望ましくなる.このため,このクリ ープ特性が焼結温度を上昇させ,内部構造を 緻密かさせても大きな変化が無いことは,疲 労特性を向上させるために緻密化させても 応力緩和性能が保たれることを意味し,疲労 信頼性の観点から有利に働くと考えられる.



図8 ひずみ4%時点における粒界の変形

(2)疲労き裂進展特性

図9に疲労き裂長さとサイクル数の関係を 示す.本研究で行った試験は変位制御型とし ているため,疲労試験中, *ΔI*の変化は少なく, 疲労き裂進展曲線は直線的になる.また,い ずれの焼結温度においても,変位範囲が小さ くなるに従い,疲労き裂進展曲線の傾きが小 さくなることから,変位範囲の減少に伴って 疲労き裂進展速度が低下することが確認で きる.



図10に疲労き裂進展速度と繰り返しJ積分の関係を示す.いずれの焼結温度においても,疲労き裂進展則はべき乗則に従う.疲労き裂 進展則の指数である図における直線の傾き はいずれの焼結温度においても約3である. Sn系のはんだ合金におけるこの指数は1程度 であり, Ag ナノ粒子焼結体の指数ははんだ 合金に比較して大きい.この結果は,低サイ クル試験同様,き裂先端でのエネルギー吸収 能力が低いことを意味しており, Ag ナノ粒 子焼結体が脆性的であること示している.こ こで焼結温度の影響に着目すると,疲労き裂 進展速度は,焼結温度の上昇により,約一桁 遅くなる.焼結温度上昇による組織の緻密化 に伴い,疲労き裂進展抵抗が増加することが わかった.

このように、疲労き裂進展速度は、焼結温 度の上昇による組織の緻密化に伴ってき裂 進展抵抗が増加するため低下することが明 らかとなった.このように、疲労信頼性の観 点からは組織の緻密化が必要であり、より高 い焼結温度が望ましい.本研究の結果からは、 焼結温度を 573K にすれば、疲労き裂進展速 度はかなり遅くなる.また、この焼結温度で も応力緩和性能は保たれるため、応力緩和性 能を維持しつつ、良好な疲労信頼性を示すと 考えられる.

(3)まとめ

本研究では、Ag ナノ粒子焼結体の応力緩 和特性および疲労き裂進展特性を独自のミ ニチュア試験片により計測した.この結果, 焼結温度 573K までは特有の低温クリープに よる応力緩和が発現する.このクリープは Ag 焼結体特有の粒界構造とそこにおける拡 散に支配される.また,疲労き裂進展特性は 焼結温度の上昇とともに向上し、焼結温度 573Kではより焼結温度が低い423Kに比較し, その速度は1/10となる.これらの結果から, Ag ナノ粒子を用いて、573K で焼結接合すれ ば,応力緩和により半導体を熱応力から保護 し、かつ良好な疲労信頼性を示す接合構造が 得られる可能性を示した.

<引用文献>

- Y. Asada, T. Shimakawa, M. Kitagawa, Y. Wada and T. Asayama, J. Nucl. Eng. Des. 133, 361 (1992).
- S. Ueda, et. al., Phys., Conf. Ser., 240, (2010), 012073
- 3) T. Matsunaga, S. Ueda and E. Sato, Scr. Mater., 63, (2010), pp. 516-519.
- 4) J. Koike, et. al., Mater. Trans., 44, (2003), pp.445-451.
- A. H. Chokshi, A. Rosen, J. Karch and H. Gleiter, Scr. Metall., 23, (1989), pp. 1679-1684.
- 6) S. Yip, NATURE, 391, (1998), pp. 532-533.
- Y. Ogino, Tetshu-to-Hagane, 80, (1994), pp. 807-812.

5. 主な発表論文等

〔雑誌論文〕(計2件)

R. Shioda, <u>Y. Kariya</u>, N. Mizumura, K. Sasaki, Low-Cycle Fatigue Life and Fatigue Crack Propagation of Sintered Ag

Nanoparticles, Journal of Electronic Materials, 査読有り, vol. 46, No. 2, 2017, pp.1155-1162, DOI:10.1007/s11664-016-5068 -2

R. Shioda, <u>Y. Kariya</u>, N. Mizumura, K. Sasaki, Effect of Sintering Temperature on Stress Relaxation Behavior of Sintered Nano-sized Ag Particles, スマートプロセス 学会誌, 査読有り, vol. 5, No. 4, 2016, pp.259-265.

〔学会発表〕(計5件)

- 木村 良,<u>苅谷義治</u>,水村宜司,佐々木幸 司,Agナノ粒子焼結体の疲労き裂進展速 度における温度依存性,日本金属学会 2016年秋期講演大会,2016年9月,大阪 大学
- ② 塩田竜太郎, <u>苅谷義治</u>, Ag ナノ粒子焼結 体のクリープ変形機構の検討,マイクロエレクトロニクスシンポジウム MES2016, 2016年9月,中京大学.
- ③ 塩田竜太郎, <u>苅谷義治</u>,水村宜司,佐々 木幸司,Ag ナノ粒子焼結体の塑性変形挙 動におよぼす焼結温度の影響,第22回「エ レクトロニクスにおけるマイクロ接合・実 装技術」シンポジウム,2016年2月,パシ フィコ横浜.

〔図書〕(計0件)

〔産業財産権〕
○出願状況(計0件)
○取得状況(計0件)
6.研究組織

(1)研究代表者
苅谷 義治 (Yoshiharu Kariya)
芝浦工業大学・工学部・教授
研究者番号: 60354130