科学研究費助成事業

平成 30 年 6日 19 日 日本

研究成果報告書

機関番号: 3 2 6 3 9
研究種目:基盤研究(C)(一般)
研究期間: 2015~2017
課題番号: 15K05688
研究課題名(和文)アルミナ含有率の異なるアルミナ粒子分散マグネシウム粉末による積層成形体の開発
研究課題名(英文)Development of Laminated Compacts with Alumina Particles Dispersed Magnesium
Powders Differing in Alumina Content
研究代表者
川森 重弘(KAWAMORI, Shigehiro)
工川十学,工学如,教授
本川入子・工子部・教授
研究者番号:8 0 3 0 7 1 6 5
交付決定額(研究期間全体):(直接経費) 3,800,000円

研究成果の概要(和文):高強度AI合金を凌ぐ軽量かつ強度を有するMg複合材料開発のため、A1203含有率の異なるA1203/Mg粉末を積層成形することを提案し、その軽量性と機械的性質について調査した。 作製した20/0/20vol%A1203/Mg積層成形体(以下、積層成形体)は、実用Mg合金並みの軽量性と機械的性質の高 い20vol%A1203/Mg成形体以上の硬度と曲げ強さを有した。また、長時間焼結で20と0vol%層間に生成した新相を 成長させた結果、新相厚さ増加とともに曲げ強さが増大した。今後は、高強度AI合金以上の比強度を得るために 新相を多く有する積層成形体を作製することと新相組織と機械的性質の関係を調査したい。

研究成果の概要(英文): In order to develop lighter and higher strength Mg composites than the high strength Al alloys, we proposed to laminate Al203 / Mg powders with different Al203 content, and investigated its light weight and mechanical properties. The 20/0/20 vol% Al203 / Mg laminate compacts (laminate compacts) produced had lightness similar to that of a practical Mg alloy. Moreover, they have higher hardness and bending strength than these of 20 vol% Al203 / Mg compacts having high mechanical properties. As a result of growing a new phase formed between 20 and 0 vol% layer by long time sintering, the bending strength increased with the increase of the new phase thickness. In the future, in order to obtain specific strength higher than that of high strength Al alloy, we would like to investigate to prepare the laminate compacts having many new phase and the relationship between the microstructure of new phase and the mechanical properties.

研究分野: 粉末冶金

キーワード: アルミナ粒子分散マグネシウム粉末 積層成形 メカニカルミリング法 放電プラズマ焼結法 生成相 軽量化 曲げ強さ 1. 研究開始当初の背景

マグネシム(Mg)合金は、実用金属材料中最 も軽量であり、構造材料だけでなく、生体材 料としても注目されていることから、環境配 慮型材料として需要が高まっている.しかし ながら、軽量金属材料の中で最も一般的なア ルミニウム(A1)合金に比べ強度が劣る.例え ば自動車軽量化のため A1 合金の代替として より軽量な Mg 合金をエンジン部品に用いる 場合、部位によっては強度だけでなく、耐摩 耗性や耐熱性も必要となる.性質向上の一手 段として、近年、Mg 合金にセラミックス粒子 や繊維を分散させた複合材料の開発が盛ん に行われている.

しかし、粉末冶金法の一種であるメカニカ ルミリング(以下, MM とする)法にて純 Mg にセラミックス粒子を分散させた複合材料 の研究は、期待される高い強度・耐食性・設 計容易性の割に少ない. それは, 純 Mg 粉末 の MM 処理は材料が微細かつ活性になるため 発火の危険性があることや、実用構造材料と しての強度や耐食性を得るため Al や Zn の添 加による合金化が必要とされてきたことに よる.しかし我々はこれまで、MM 粉末の発火 を防ぐ加工法を開発し、純 Mg 中へセラミッ クス粒子を均一分散させることで高い強度 や耐食性が実現できる可能性を示してきた. さらに、一般的な Mg 合金と比べ純 Mg は組成 が単純なため材料設計が容易である. Al₂0₃/Mg 複合材作製法の最適化および安全な 作製法の開発は、Mg 合金の新分野の開拓の鍵 となろう.

これまで我々は、セラミックス中最も安価 で環境にも優しいアルミナ(A1₂O₃)粒子と純 Mg 粉末を MM 法でミリングすることで、Mg 粉 末中に A1₂O₃粒子が均一に分散した A1₂O₃粒子 分散 Mg 粉末を作製してきた.その複合粉末 を放電プラズマ焼結(SPS)法にて加圧焼結し た A1₂O₃ 粒子分散 Mg (A1₂O₃/Mg) 成形体は, A1₂O₃ 含有率の増加と共に硬度が増し、A1₂O₃ 含有率 30vo1%において、実用 Mg 合金や高強 度 A1 合金を大きく凌ぐ約 300HV を示し、耐 摩耗性も大いに期待できることがわかった. また、引張強さも A1₂O₃ 含有率の増加と共に 上昇し、A1₂O₃含有率 20vo1%で、約 300MPa と 実用 Mg 合金以上の値が得られたが、高強度 A1 合金(約 500MPa) には及ばなかった.

しかし、これ以上に A1₂0₃ 含有率を高めて の引張強さ向上は難しい.実際、A1₂0₃ 含有率 30vo1%の A1₂0₃/Mg 成形体は、電気伝導性の 低い A1₂0₃の影響で通電性が低くまた脆く、 放電加工も切削加工も困難であった.運良く 加工できても脆いため、A1₂0₃ 含有率 20vo1% 以上では計測できない.さらに、A1₂0₃の真密 度(3.96g/cm³)は、Mg(1.74 g/cm³)や A1(2.7 g/cm³)と比べて高く、A1₂0₃含有率を高めても A1 合金以上の軽量性は望めない.新しいアプ ローチが必要なことは明らかである.

そこで本研究では, A1 合金を凌ぐ軽量かつ 強度を有する A1₂0₃/Mg 成形体を開発するため, A1₂0₃ 含有率の異なる A1₂0₃/Mg 粉末を積層成 形することを提案した.我々はすでに,純Mg 粉末中に A1₂0₃粒子を均一に分散させた A1₂0₃ 粒子分散 Mg 複合粉末の作製技術は確立して いる.A1₂0₃含有率の異なる複合粉末を圧粉成 形して含有率が段階的に高まる一定厚さの 予成形体を作製し,含有率の高い順に積層さ せた傾斜組成成形体を作製できるなら,高い 強度と軽量性を兼ね備えた特性を得ること が期待できるであろう.これにより,A1 合 金を凌ぐ軽量性かつ強度を有する Mg 複合材 料の創成方式が見いだされ,結果として新し い Mg 合金分野の開拓につながると期待する.

2. 研究の目的

実用金属材料中で最も軽量なマグネシム (Mg)合金は、環境配慮型材料として需要が高 まっている.しかし,軽量金属の中で最も一 般的なアルミニウム(A1)合金に比べ強度が 劣る.本申請は、A1 合金の代替材料として、 A1 合金よりも軽量で高強度な Mg 複合材料の 開発を目的とする. その開発により,環境に 優しい Mg 合金の新しい用途が期待できる. 具体的には、Mg の強化剤としてアルミナ (A1₂O₃) 粒子を複合した A1₂O₃ 粒子分散 Mg (A1₂O₃/Mg) 複合粉末をメカニカルミリング (MM)法にて作製し、その粉末を積層させた傾 斜組成を有する放電プラズマ焼結(SPS)体を 試作し、最適な積層成形条件を探る. MM/SPS 法による傾斜組成複合材料は Mg 合金を凌ぐ 強度・耐食性・設計容易性が期待できるが, それを安全に安定して製作する方式の開発 が本研究の新規性である.

3. 研究の方法

(1) 実験方法

Mg粉末(平均粒径 d=約180 μ m)にAl₂0₃含 有率0vol%および20vol%のAl₂0₃粒子(d=約 1 μ m)を混合し、アトライタ型ボールミルに てAr雰囲気中、アーム回転数300rpm×50hで MM処理を行うことで、Mg中にAl₂0₃粒子を均一 分散させた20vol%Al₂0₃/Mg(**図1**)および 0vol%Al₂0₃/Mg粉末を得た.



図1 作製したAl₂0₃粒子分散Mg粉末断面の(a)電子顕微 鏡写真と(b)その高倍率写真

図2に積層成形成形体の製造プロセスを示 す.0vol%および20vol%Al₂0₃/Mg粉末を所定の 重量秤量後,油圧プレス機を用い,同じカー ボンダイス中で20,0,20vol%の順に各々圧 粉処理を行い,SPS装置にて,Ar雰囲気中, 加圧力40および20MPa,昇温速度100℃/min, 焼結温度575℃,焼結時間10,40および90min にて焼結を行った.焼結した直径約20mmの積 層成形体をエメリー研磨およびバフ研磨し て厚さ1.4±0.05mmに整え,20vo1%および0 vo1%A1₂0₃/Mg層の体積比が1:4になるように 調整することで,20/0/20vo1%積層成形体を 試作した.また,比較材として,同SPS条件 にて0vo1%および20 vo1%A1₂0₃/Mg (0vo1%およ び20vo1%)成形体も作製した.



図2 20/0/20vol%積層成形体の製造プロセス

(2) 評価方法

光学顕微鏡(以下光顕)を用いて積層成 形体の断面を観察し,20vo1%および0vo1% 層厚さを測定することで,目的の各層厚さを 有するための実験条件を検討した.X線回折 (XRD)装置を用いて積層成形体表面であ る20vo1%層の構成相を同定した.さらに全 構成相に対する Mg0および Mg₁₇A1₁₂の相対 積分強度を求めた.

積層成形体をバフ研磨後,比重計を用いて1試料に対して7回密度を測定した.積層成形体表面をバフ研磨後,ビッカース硬さ試験機にて試験力49N,保持時間10s,1 試料に対して7点測定し,硬さを求めた.

放電加工機にて長さ 19.6mm, 幅 5mm に 切り出した積層成形体を厚さ 1.4±0.05mm にバフ研磨し, JIS に基づく方法でクロス ヘッド速度 2mm/min にて試験片が破断する までの最大荷重を測定した.曲げ強さは, はりの三点曲げで用いる一般式から求め た.また,比較のため 0vol%および 20vol% 成形体についても同様の評価を行った.

4. 研究成果

(1) 20/0/20vol%積層成形体断面の光顕観察 図3に一例として,焼結時間10minにて作製 した20/0/20vol%積層成形体断面の光顕写真 を示す.上下の20vol%層 / 0vol%層界面は比 較的平坦であり,厚さ約40µmの新相が生成 していることがわかる.また上下とも新相の 厚さはあまり変わらなかった.焼結時間の経 過とともに反応層の厚さは増加し,焼結時間 90minで最大約80µmであった.



図 3 20/0/20vo1%積層成形体断面の(a)光顕写真と (b)その高倍率写真

(2) 20/0/20vo1%積層成形体表面の構成相

図4に20/0/20 vo1%積層成形体,20 およ び 0 vol% 成形体(焼結時間 10 min) 表面の XRD 結果を示す. 0 vol%成形体は, Mg と MgO から構成されている. Mg0 は, MM/SPS 処理時 に Mg の酸化により生成したと推測できる. 20 vo1%成形体は Mg, A1₂O₃および Mg0 の他に Mg17Al12が同定されている. Mg と Al203 粒子の 固相反応により、A1203がA1と0に分解し、 Mg と反応することで、MgO とともに生成した といえる.積層成形体表面も同様の構成相に なっている. 焼結時間の経過とともに, 積層 成形体表面の全構成相に対する MgO および Mg17A112の X 線相対積分強度が増加したこと から, 焼結時間が増加することで Mg と A1203 粒子の固相反応が進行したため, MgO および Mg17A112の生成量が増加したと考えられる.



図4 20/0/20 vol%積層成形体, 20 および 0vol% 成形体(焼結時間 10 min)表面の XRD 結果

(3) 20/0/20vo1%積層成形体の軽量性

図5に、20/0/20 vol%積層成形体、20 および 0 vol%成形体の密度に及ぼす SPS 焼結時間の影響について示す.積層成形体の密度は、焼結時間の増加に伴い、上昇している.20vol%成形体では、時間経過による密度変化はないが、0vol%成形体では上昇しているため、積層成形体も上昇したといえる.時間経過による 0vol%成形体の密度上昇は、緻密化進行によるものろ考えられる.積層成形体の密度は 1.86~1.97 g/cm³であり、実用 Mg 合金より も高い機械的性質が得られている

20vo1%SPS 体¹⁾よりも,約 20%軽量化すること ができた.



図 5 20/0/20vol%積層成形体,20 および 0vol%成形体の密度に及ぼす SPS 焼結時間の影響

(4) 20/0/20vo1%積層成形体の機械的性質 ①ビッカース硬さ

図6に、20/0/20vo1%積層成形体および20 vo1%成形体の表面ビッカース硬さに及ぼす SPS焼結時間の影響について示す.積層成形 体表面は、20vo%層であることから20vo1%成 形体の硬さと比較した.図から、焼結時間の 増加に伴い、20vo1%成形体の硬さはほとんど 変化がないが、積層成形SPS体の硬さは上昇 し、焼結時間40minで20vo1%成形体を超え、 90minでその差が大きくなっている.





②曲げ強さ

図7に、20/0/20vol%積層成形体、20および 0vol%成形体の曲げ強さに及ぼすSPS焼結時 間の影響について示す.図から、曲げ強さの 挙動も硬さ同様に焼結時間の増加とともに 上昇し、20および0vol%成形体よりも高くな り、その差が大きくなっている.さらに、20 および0vol%成形体の曲げ強さの値から複合 則に従い、体積比1:4で計算した値(計算値) よりも積層成形体の方が高い値を示している.このことから、強度上昇の要因は、焼結時間経過により増加する20vo1%および0vo1% 積層界面に生成した新相が大きな影響を及 ぼしていると考えられる.



図 7 20/0/20vol%積層成形体,20 および 0vol%成形体の曲げ強さに及ぼす SPS 焼結時間の影響

(5) まとめ

- 20/0/20vol%積層成形体の密度,表面ビ ッカース硬さおよび曲げ強さは,SPS 焼結 時間の増加に伴い上昇した.
- 20/0/20vol%積層成形体の 20vol%層と 0vol%層の界面に新相が形成し、その厚さ は SPS 焼結時間の増加に伴い成長した.
- ③ 新相厚さの増加に伴い, 20vol%層と 0 vol%層の密着性および曲げ強さの向上が 得られると考えられる.
- ④ 20/0/20 vol%積層成形体にすることで、 20vol%成形体よりも 20%軽量化することが でき、軽量かつ高い硬度(高比硬度)および 曲げ強さ(高比強度)が得られた. SPS 焼結 時間最長 90min で最も良い結果となった.

5. 主な発表論文等

(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3件)

<u>川森 重弘</u>、藤原 弘、長井 美憲、春日 幸
生、アルミナ粒子分散マグネシウムとマ

グネシウムで構成された積層成形放電プ

ラズマ焼結体の作製、日本金属学会誌、

查読有、vol. 81、No. 7、2017、 pp. 376-381

- ② <u>S.Kawamori</u>, H.Fujiwara, Y.Nagai and Y.Kasuga, Fabrication of Laminated Spark Plasma Sintered Compacts Composed of Alumina - Particle -Dispersed Magnesium and Magnesium, Materials Transactions, 査読有, vol. 58, No. 2, 2017, pp. 206-201
- <u>川森 重弘</u>他、アルミナ分散マグネシウムの粉末成形法、工業材料、査読無、vol. 64、

No. 6, 2016, pp. 14-15

〔学会発表〕(計6件)

- ① <u>川森 重弘</u>、春日 幸生、アルミナ粒子分 散マグネシウム積層成形放電プラズマ焼 結体の機械的性質におよぼす焼結時間の 影響、平成 30 年度塑性加工春季講演会、 2018
- ② <u>川森 重弘</u>、山川 聖斗、春日 幸生、藤原 弘、粉体粉末冶金協会平成 30 年度春季大 会、2018
- ③ S. Kawamori, H. Fujiwara and Y. Kasuga, Characteristics of Laminated Spark Plasma Sintered Compacts Composed of Alumina-Particle-Dispersed Magnesium and Magnesium, FiMPART2017, 2017
- ④ <u>川森 重弘</u>、藤原 弘、春日 幸生、MM/SPS 法を用いて作製したアルミナ粒子分散マ グネシウム積層成形体の特性、第 24 回機 械材料・材料加工技術講演会(M&P2016)、 2016
- ⑤ 川森重弘、春日幸生、藤原弘、アルミ ナ粒子分散マグネシウム粉末による積層 成形体の特性、第67回塑性加工連合講演 会、2016
- ⑥ 川森重弘、春日幸生、黒田潔、長井美 憲、アルミナ粒子分散マグネシウム粉末 を用いた積層成形体の試作、粉体粉末冶 金協会平成28年度春季大会、2016

〔図書〕(計1件)

 <u>川森 重弘</u>他、シーエムシー出版、先端部 材への応用に向けた最新粉体プロセス技 術、2017、pp. 225-237

6. 研究組織

(1)研究代表者
川森 重弘(KAWAMORI, Shigehiro)
玉川大学・工学部・教授
研究者番号:80307165