

(19) 日本国特許庁 (J P)

(12) 公開特許公報 (A)

(11) 特許出願公開番号

特開2002 - 203439

(P 2 0 0 2 - 2 0 3 4 3 9 A)

(43) 公開日 平成14年7月19日 (2002.7.19)

(51) Int.Cl. ⁷	識別記号	F I	テ-マコード [*]	(参考)
H01B 13/00	565	H01B 13/00	565	D 4M113
H01L 39/24	ZAA	H01L 39/24	ZAA	B 5G321

審査請求 未請求 請求項の数 8 O L (全11頁)

(21) 出願番号	特願2001 - 145599 (P 2001 - 145599)	(71) 出願人	391004481 財団法人国際超電導産業技術研究センター 東京都港区新橋5丁目34番3号 栄進開発ビル6階
(22) 出願日	平成13年5月15日 (2001.5.15)	(71) 出願人	000002255 昭和電線電纜株式会社 神奈川県川崎市川崎区小田栄2丁目1番1号
(31) 優先権主張番号	特願2000 - 333843 (P 2000 - 333843)	(71) 出願人	000005186 株式会社フジクラ 東京都江東区木場1丁目5番1号
(32) 優先日	平成12年10月31日 (2000.10.31)	(74) 代理人	100077584 弁理士 守谷 一雄
(33) 優先権主張国	日本 (J P)		
特許法第30条第1項適用申請有り			

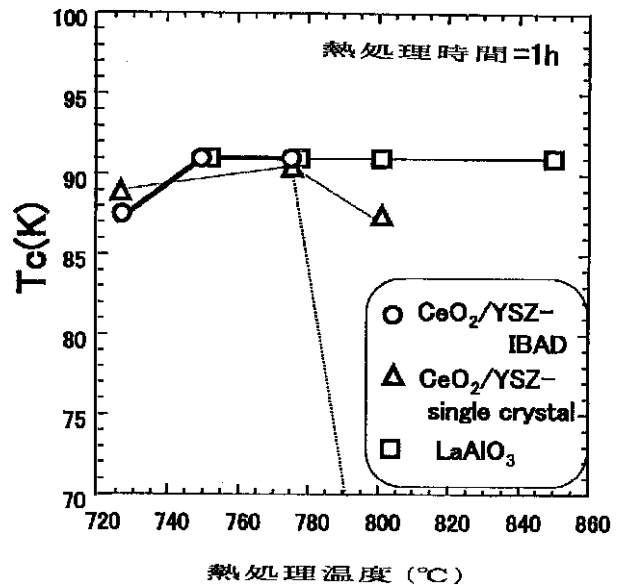
最終頁に続く

(54) 【発明の名称】 テープ状酸化物超電導体

(57) 【要約】

【課題】 高いc軸配向性及び面内配向性を有し、Jc値を向上させたテープ状酸化物超電導体を提供する。

【解決手段】 非磁性もしくは弱磁性で高強度のテープ状金属基板上に、この基板に対して斜め方向からイオンを照射しながら、基板上にターゲットから発生したYSZ又はZr₂Rx₂O₇粒子を堆積させた第1中間層、CeO₂又はY₂O₃からなる第2中間層及びFを含む金属有機酸塩を塗布後熱分解させて形成したRE_{1+x}Ba_{2-x}Cu₃O_y超電導層を順次形成する。



【特許請求の範囲】

【請求項 1】非磁性もしくは弱磁性で高強度のテープ状金属基板上に、以下の層を順次積層したことを特徴とするテープ状酸化物超電導体。

イ) 前記金属基板に対して斜め方向からイオンを照射しながら、前記金属基板上にターゲットから発生した粒子を堆積させて形成した、高配向性を有し前記金属基板を構成する元素の超電導層への拡散を抑制し超電導体を構成する元素との反応を抑制する中間層及び

ロ) 金属有機酸塩を塗布後熱分解させて形成した酸化物超電導層

【請求項 2】非磁性もしくは弱磁性で高強度のテープ状金属基板上に、以下の層を順次積層したことを特徴とするテープ状酸化物超電導体。

イ) 前記金属基板に対して斜め方向からイオンを照射しながら、前記金属基板上にターゲットから発生した粒子を堆積させて形成した、高配向性を有し前記金属基板を構成する元素の超電導層への拡散を抑制し超電導体を構成する元素との反応を抑制する第 1 中間層、

ロ) 酸化物超電導体との整合性に優れた第 2 中間層及び
ハ) 金属有機酸塩を塗布後熱分解させて形成した酸化物超電導層

【請求項 3】中間層は、 CeO_2 、 Y_2O_3 、 YSZ 、 $Zr_2Rx_2O_7$ (ここで Rx は、 Y 、 Nd 、 Sm 、 Gd 、 Eu 、 Yb 、 Ho 、 Tm 、 Dy 、 Ce 、 La 又は Er を示す。以下同じ。) から選択されたいずれか 1 種以上からなる請求項 1 記載のテープ状酸化物超電導体。

【請求項 4】第 1 中間層は、 YSZ 又は $Zr_2Rx_2O_7$ からなる請求項 2 記載のテープ状酸化物超電導体。

【請求項 5】第 2 中間層は、 CeO_2 又は Y_2O_3 からなる請求項 2 記載のテープ状酸化物超電導体。

【請求項 6】金属有機酸塩は、トリフルオロ酢酸塩、オクテリル酸塩、ナフテン酸塩又は酢酸塩からなる請求項 1 乃至 5 いずれか 1 項記載のテープ状酸化物超電導体。

【請求項 7】酸化物超電導層は、 $RE_{1+x}Ba_{2-x}Cu_3O_y$ (ここで RE は、 Y 、 Nd 、 Sm 、 Gd 、 Eu 、 Yb 又は Ho から選択された 1 種以上を示す。以下同じ。) からなる請求項 1 乃至 6 いずれか 1 項記載のテープ状酸化物超電導体。

【請求項 8】非磁性もしくは弱磁性で高強度のテープ状金属基板と、前記金属基板に対して斜め方向からイオンを照射しながら、前記金属基板上にターゲットから発生した YSZ 又は $Zr_2Rx_2O_7$ 粒子を堆積させて形成した、高配向性を有し前記金属基板を構成する元素の超電導層への拡散を抑制し超電導体を構成する元素との反応を抑制する第 1 中間層、酸化物超電導体との整合性に優れた CeO_2 又は Y_2O_3 からなる第 2 中間層及び F を含む金属有機酸塩を塗布後熱分解させて形成した $RE_{1+x}Ba_{2-x}Cu_3O_y$ 超電導層を順次形成したことを

特徴とするテープ状酸化物超電導体。

【発明の詳細な説明】

【0001】

【発明の属する技術分野】本発明は酸化物超電導線材に係り、特に超電導マグネット、超電導ケーブル、電力機器等に使用するテープ状酸化物超電導体に関する。

【0002】

【従来の技術】酸化物超電導体は、その臨界温度が液体窒素温度を超えることから超電導マグネット、超電導ケーブル及び電力機器等への応用が期待されており、種々の研究が鋭意進められている。

【0003】酸化物超電導体を上記の分野に適用するためには、臨界電流密度 (J_c) が高く、かつ長尺の線材を作成する必要がある。長尺テープを得るためには試験的強度、可とう性の観点から金属テープ上に酸化物超電導体を形成する必要がある。また酸化物超電導体はその結晶学的方向により超電導特性が変化することから、面内配向性を向上させることが必要であり、このため、酸化物超電導体をテープ状の配向基板上に形成する必要がある。この場合、臨界電流密度を向上させるため、酸化物超電導体の c 軸を基板の板面に垂直に配向させ、かつその a 軸 (又は b 軸) をほぼ電流方向に平行に面内配向 (以下、 c 軸配向及び a 軸面内配向という) させて、超電導状態の量子的結合性を良好に保持する必要がある。

【0004】テープ状の基板上に、スパッタリング法、パルスレーザ蒸着法 (PLD)、蒸着法又は金属有機酸を用いた化学気相堆積法 (MOCVD) 等の方法により酸化物超電導層を形成した場合、通常、基板はその結晶配向が無秩序な多結晶粒からなるため、この基板上に形成される酸化物超電導体も下地の基板の影響を受けて高配向性を有することはできない。

【0005】このような理由から、テープ状の基板として配向性 Ni 基板を用いる方法が検討されている。

【0006】この方法は、冷間加工した Ni 基板を真空中で熱処理を施して高配向させたもので、米国オークリッジ国立研究所で開発され、 $RABiTS$ (商標: rolling-assisted biaxially textured-substrates) と称されている。この配向性 Ni 基板の上に、高温の不活性ガス雰囲気中でエレクトロンビーム蒸発によりセリウムを堆積させ、この堆積中に水素を存在させることにより CeO_2 のエピタキシャル層の薄膜を設け、さらにその上にスパッタリング法により高温減圧下で YSZ (イットリウム安定化ジルコニア) の厚膜を形成したものを複合基板として用いる方法が報告されている。

【0007】この方法においては、上記の複合基板の上に、パルスレーザ蒸着法により $YBCO$ ($Y-Ba-Cu-O$ 系超電導体。以下同じ。) 層が形成される (例えば、John E. MATHIS 他、Jpn. J. Appl. Phys., Vol. 37(1998) pp. L1379-1382)。

【0008】この場合、配向性 Ni 基板上の CeO_2 層

10

20

30

40

50

はNi基板とYSZとの反応抑制及びNi上での島状のNiOの生成を抑制し、またYSZ層はNiの拡散を防ぐバッファ層としての機能により、超電導層との反応を抑制して超電導特性の低下を防止し、超電導層との整合性を維持するために配置されている。即ち、配向性Ni基板とYSZが直接接触するとその界面で基板中のNiとYSZ中のZrとが反応してエピタキシャル成長しないため、Ni基板上に基板との反応を生じないCeO₂層を介し、また、YSZをNi基板上に直接配置すると、Ni上に島状にNiOが生成し、エピタキシャル成長しないため、還元性雰囲気中で成長可能なCeO₂を介して基板を構成する元素の超電導層への拡散を防ぐためにYSZが積層される。また、CeO₂は破断し易いため、CeO₂の薄膜の上にYSZの厚膜が形成されている。

【0009】以上の方法においては、YBCOと整合性の良好なYSZの上にYBCOが形成されているが、YBCOとの結晶学的な整合性はYSZよりもCeO₂の方が優れていることに加えて、MOD溶液との反応性の点からもCeO₂が優れているため、YSZの上にさらにCeO₂の薄膜を設け、その上にYBCO層をMOD法により形成して、配向性Ni基板/CeO₂/YSZ/CeO₂/YBCOの5層構造とする方法が報告されている(A.P. Malozemoff 他、Submitted to Eucas Conference、Sep.14-17)。

【0010】このMOD法(Metal Organic Deposition)は、金属有機酸塩を塗布後熱分解させるもので、金属成分の有機化合物を均一に溶解した溶液を基板上塗布した後、これを加熱して熱分解させることにより基板上に薄膜を形成する方法であり、真空プロセスを必要とせず、低コストで高速製膜が可能であるため長尺のテープ状酸化超電導線の製造に適している。

【0011】MOD法は金属有機酸塩を出発原料とするため、RE(123)超電導体、即ちRE_{1-x}Ba_{2-x}Cu₃O_y超電導体(ここでREは、Y、Nd、Sm、Gd、Eu、Yb又はHoを示す。以下同じ。)やCeO₂等の中間層にも適用することができる。有機酸塩を熱分解させると通常アルカリ土類金属(Ba等)の炭酸塩が生成されるが、この炭酸塩を経由する固相反応による酸化超電導体の形成には800以上の高温熱処理を必要とするため、Fを含む有機酸塩(例えば、TFA塩:トリフルオロ酢酸塩)を出発原料とし、水蒸気雰囲気中での熱処理及び水蒸気分圧の制御により、RE(123)超電導体を形成する方法が近年精力的に行われている。

【0012】このTFA塩を出発原料とする方法は、前駆体中に核生成を生ぜず、水蒸気とフッ素を含むアモルファス前駆体との反応により基板からRE(123)超電導体をエピタキシャル成長させることができる。

【0013】以上述べた配向性Ni基板上に、CeO

2、YSZ、CeO₂及びMOD法により形成したRE(123)超電導層を順に設けた5層構造のテープ状酸化超電導体10を図8に示す。図において、配向性Ni基板11上に、CeO₂からなる第1中間層12、YSZからなる第2中間層13及びCeO₂からなる第3中間層14が設けられ、この第3中間層14の上にMOD法によりTFA塩を用いて形成したRE(123)超電導層15が成膜された構造を有する。

【0014】

10 【発明が解決しようとする課題】以上述べた5層構造のテープ状酸化超電導体10においては、配向性Ni基板上にCeO₂第1中間層、YSZ第2中間層、CeO₂第3中間層及び超電導層がエピタキシャル成長し、かつ配向性Ni基板と超電導層を構成する元素間の反応も抑制されるため、超電導特性の低下を防止することが可能であり。原理的には優れたテープ状酸化超電導体の製造方法であると言える。

20 【0015】しかしながら、この方法で使用する配向性Ni基板は、高配向させるために冷間加工したNi基板を真空中で熱処理する必要があるため、この熱処理で再結晶化の際に粒成長が起こり、結晶粒が100μm以上と大きく、この影響が超電導層に及ぶという難点があり、実際上、期待されるJc値は得られていない。

【0016】即ち、配向性Ni基板を構成する(表面の)結晶粒界においては結晶構造の整合性が乱れるため、この上に形成される中間層及び超電導層もこの影響を受け、この影響は特に隣接する結晶粒の方位差が大きくなるほど大きくなる。

30 【0017】ここで、粒間方位差のばらつきが一定の下で長尺テープのJcに与える粒径の効果を考えてみる。テープ材のJcは最もJcの低い部分で決定され、仮に方位差のばらつきが同等であっても粒径が大きい場合、電流に垂直方向での粒の数が少なくなり大きな方位差をもつ粒界のJc値の低下量の全体のJc値の低下に与える影響が大きくなることによりJc値が低くなり易い。一方、粒径が小さい場合には、垂直方向での粒の数が多くなり大きな方位差をもつ低いJc値の粒界の全Jc低下量に与える影響はばらつきと同程度になり、大きな低下につながらない。我々の研究においても、結晶粒が大きくなるほどJc値が低下する結果が得られている。

40 【0018】さらに、配向性Ni基板は強磁性であり、かつその機械的強度が小さいため、テープ状に形成した酸化超電導体を用いて超電導マグネットや超電導ケーブルを構成した場合に外部磁場の影響が大きくなりJc値が低下するという問題がある。

50 【0019】本発明は、以上の問題点を解決するためになされたもので、超電導層の量子的結合性を向上させ、即ち、高いc軸配向性及びa軸面内配向性を有することにより、Jc値を向上させることができ、また非磁性もしくは弱磁性で、かつその機械的強度の大きい金属基板

を用いることにより、超電導特性に優れ超電導マグネットや超電導ケーブルへの使用に適したテープ状酸化超電導体を提供することをその目的とする。

【 0 0 2 0 】

【課題を解決するための手段】以上の目的を達成するために、本願第 1 の発明のテープ状酸化超電導体は、非磁性もしくは弱磁性で高強度のテープ状金属基板上に、この金属基板に対して斜め方向からイオンを照射しながら、金属基板上にターゲットから発生した粒子を堆積させて形成した、高配向性を有し金属基板を構成する元素の超電導層への拡散を抑制し超電導体を構成する元素との反応を抑制する中間層及び金属有機酸塩を塗布後熱分解させて形成した酸化超電導層を順次積層したことを特徴としている。

【 0 0 2 1 】また、上記の中間層を 2 層構造とした本願第 2 の発明のテープ状酸化超電導体によりその目的を達成することができる。これは、テープ状酸化超電導体を、非磁性もしくは弱磁性で高強度のテープ状金属基板上に、この金属基板に対して斜め方向からイオンを照射しながら、金属基板上にターゲットから発生した粒子を堆積させて形成した、高配向性を有し金属基板を構成する元素の超電導層への拡散を抑制し超電導体を構成する元素との反応を抑制する第 1 中間層、酸化超電導体との整合性に優れた第 2 中間層及び金属有機酸塩を塗布後熱分解させて形成した酸化超電導層を順次積層したものである。

【 0 0 2 2 】本発明によれば、金属基板に対してイオンを照射しながら基板上にターゲットから発生した粒子を堆積させて中間層を形成するため、基板上に直接配向性に優れた Y S Z 等を成膜することができ、前述した基板上での N i O の生成を防ぎ、基板との反応を生じない C e O₂ 層を介して Y S Z を成膜する必要がなくなる。

【 0 0 2 3 】

【発明の実施の形態】本発明において使用される基板として、非磁性もしくは弱磁性で高強度のテープ状金属基板が用いられる。この基板は、通常無配向であり、例えば、N i 以外に M o、W、C r、F e 等を合金元素として含む耐熱・耐塩酸合金として知られるハステロイ等の圧延板等の 1 0 n m 程度の小さな結晶粒を有する多結晶体からなるものである。

【 0 0 2 4 】この基板上の中間層、即ち、本願第 1 の発明における中間層又は本願第 2 の発明における第 1 中間層は、基板に対して斜め方向からイオンを照射しながら、基板上にターゲットから発生した粒子を堆積させることにより形成される。

【 0 0 2 5 】この方法は、I B A D 法 (Ion Beam Assisted Deposition) として知られている。

【 0 0 2 6 】通常、多結晶体からなる基板上に酸化超電導層を形成すると、配向性の良好な超電導層は得られず、また基板と超電導体を構成する元素とが反応して超

電導体の結晶構造が崩れ超電導特性が劣化するという問題があり、この問題を回避するために、基板と酸化超電導層との間に中間層を設ける必要がある。

【 0 0 2 7 】この中間層として Y S Z、M g O や S r T i O₃ を一般的な気相法を用いて成膜して用いることが行われているが、この中間層は基板面に対して直角に c 軸が配向するものの、基板面内で a 軸 (又は b 軸) がほぼ同一の方向に面内配向しないため、この上に形成される酸化超電導層も a 軸 (又は b 軸) がほぼ同一の方向に面内配向せず、J c が向上しないという問題があった。

【 0 0 2 8 】上記の I B A D 法は、この問題を解決するものであり、スパッタリング法によりターゲットから叩き出した構成粒子を基板上に堆積させる際に、イオン銃から発生されたアルゴンイオンと酸素イオン等を同時に斜め方向 (例えば、4 5 度) から照射しながら堆積させるもので、この方法によれば、基板の上の成膜面に対して、高い c 軸配向性及び a 軸面内配向性を有する中間層が得られる (特開平 4 - 3 2 9 8 6 7 号、特開平 4 - 3 3 1 7 9 5 号) が、従来は、この中間層の上に成膜される酸化超電導層がパルスレーザ蒸着法によって形成されているため、コストが大きく長尺線材の製造には適さないという問題がある。

【 0 0 2 9 】本発明における上記の中間層としては、C e O₂、Y₂ O₃、Y S Z、Z r₂ R x₂ O₇ (ここで R x は、Y、N d、S m、G d、E u、Y b、H o、T m、D y、C e、L a 又は E r を示す。以下同じ。) から選択されたいずれか 1 種以上からなるものが好適している。

【 0 0 3 0 】中間層を 2 層構造とする場合には、第 1 中間層として I B A D 法で効率よく配向する Y S Z 又は Z r₂ R x₂ O₇ を用い、第 2 中間層として Y B C O との整合性に優れた C e O₂ 又は R E₂ O₃ を用いることが好ましい。

【 0 0 3 1 】前記中間層又は第 2 中間層の上に整合性をもって、即ち、高い c 軸配向性及び a 軸面内配向性を有する Y B C O を形成するために、真空プロセスを必要とせず高速製膜が可能な金属有機酸塩を塗布後熱分解させる M O D 法が採用される。

【 0 0 3 2 】この金属有機酸塩としては、トリフルオロ酢酸塩、オクチル酸塩、ナフテン酸塩又は酢酸塩からなる材料を用いることが好ましく、また Y B C O としては、R E_{1+x} B a_{2-x} C u₃ O₇ が好適する。

【 0 0 3 3 】本発明における酸化超電導層は、金属有機酸塩を塗布後熱分解させることにより形成されるが、この酸化超電導層を多層に形成することもできる。この場合、酸化超電導体を構成する各金属元素を所定のモル比で含む金属有機酸塩の混合溶液を塗布後、仮焼熱処理を施して酸化超電導前駆体を形成する工程を繰返して、酸化超電導前駆体を複数層設け、次いで結晶化

熱処理を施す。

【0034】上記の多層構造の超電導体の形成に際しては、仮焼熱処理のうち少なくとも最外層の酸化物超電導前駆体を除く仮焼熱処理温度を400 未満で行うことが好ましい。これは、例えば、3層構造の仮焼膜を結晶化させて酸化物超電導体を形成する場合、1及び2層目の仮焼熱処理温度400 未満で行うことを意味しており、3層目の仮焼熱処理温度は400 未満でも400 を越えても問題はない。

【0035】以上の場合において、仮焼熱処理のうち少なくとも最外層の酸化物超電導前駆体を除く仮焼熱処理温度を250～350 の範囲内で行うことがより好ましい。

【0036】さらに、結晶化熱処理中の少なくとも最外層の酸化物超電導前駆体の結晶化到達前の結晶化熱処理雰囲気中の導入ガスの水蒸気分圧を4.0vol%以下にして行うことが好ましい。これは、例えば、3層構造の仮焼膜を結晶化させて酸化物超電導体を形成する場合、3層目の結晶化が開始されるまでの1及び2層目の結晶化熱処理中の導入ガスの水蒸気分圧を4.0vol%以下にして行うことを意味している。

【0037】以上の場合において、結晶化熱処理雰囲気中の導入ガスの水蒸気分圧又は結晶化熱処理中の少なくとも最外層の酸化物超電導前駆体の結晶化到達前の結晶化熱処理雰囲気中の導入ガスの水蒸気分圧を0.5～3.0vol%の範囲内にして行うことがより好ましく、結晶化熱処理雰囲気中の導入ガスは、水蒸気、酸化物超電導体と反応しないガス及び酸素からなる混合ガスを用いることが好ましい。結晶化熱処理雰囲気中の導入ガスの水蒸気分圧は、以上の条件が満足されれば、一定の勾配下又は段階的に上昇させることもできる。

【0038】また、結晶化熱処理終了後は、水蒸気と超電導体との反応による特性の劣化を抑制するために乾燥ガスを導入することが好ましい。

【0039】長尺のテープ状酸化物超電導体を形成する場合には、真空容器の内部に非磁性もしくは弱磁性で高強度のテープ状金属基材の送出装置及び巻取装置を配置し、送出装置から連続的に基材を供給しながら、加熱ホルダ上で上記のI B A D法により中間層を形成し、これを巻取装置で巻き取る方法が採用される。

【0040】図1は本発明のテープ状酸化物超電導体1の断面構造を示したもので、中間層を2層構造とした場合を示す。

【0041】図において、テープ状金属基板として、非磁性もしくは弱磁性で高強度の多結晶体からなる Hastelloy 基板2が用いられ、この基板2に対して斜め方向からイオンを照射しながら、基板2上にターゲットから発生したY S Z粒子を堆積させて第1中間層3が形成される。この第1中間層3は、基板2に対して、高いc軸及びa軸面内配向性を有する。

【0042】次いで、このY S Zからなる第1中間層3の上に、RE(123)との整合性に優れたCeO₂からなる第2中間層4が成膜され、さらに、この第2中間層4の上にFを含む金属有機酸塩を塗布後熱分解させて成膜したRE(123)層5が形成される。これらの第2中間層4及びRE(123)層5もそれぞれの下層の結晶配向に従って高いc軸及びa軸面内配向性を有する。

【0043】〔実施例〕

実施例1

10 約10nmの平均結晶粒を有し、長さ10m、幅10mm、厚さ0.1mmの Hastelloy テープ上に、I B A D法を用いて室温でY S Zの第1中間層を1μmの厚さに成膜し、この上にスパッタリング法を用いてCeO₂の第2中間層を厚さ0.5μmに形成して複合基板を作成した。

【0044】次いで、この第2中間層上にトリフロロ酢酸(TFA)塩溶液を原料としてMOD法により厚さ0.15μmのY B C O層を、以下の手順により成膜した。

20 【0045】まず、M-TFA塩(M=Y, Ba, Cu)をメタノール溶液中に混合し、溶液濃度0.25mol/リットルに調整した。この混合溶液を、ロールコート法により複合基板の上に塗布し、その後、水蒸気を含んだ雰囲気中で低昇温速度で400 まで加熱してM-(O, F)前駆体を得た。

【0046】その後、水蒸気を含んだ低酸素雰囲気(10⁻³atm)中で725～800 ×1時間の焼成を行った後、450 ×1時間の酸素アニール処理を施した。

30 【0047】このようにして得られたテープ状酸化物超電導体のT_c値及びJ_c値と面内配向性を測定した。

【0048】測定結果を第2図～第7図に示す。

【0049】図2は、Y B C O(123)層の臨界温度(T_c)に及ぼす熱処理温度の影響を示したもので、同時にY S Z単結晶又はLaAlO₃単結晶上にCeO₂層を成膜した場合と比較して示してある。

40 【0050】その結果、1時間の焼成時間に対して725 では未反応のBaF₂が残存し、800 以上ではBaCeO₃の生成が認められた。750及び775 で成膜したY B C O膜はX線回折により異相は認められず、c軸及びa軸配向性(面内配向性)を有していることが確認された。

【0051】図3は、Y S Z、CeO₂及びY B C OのX線回折による半値幅(FWHM)の測定結果を示したもので、X線回折は、Y B C O(123)層の(103)面に対する角度θでX線を入射させ、この入射X線に対して角度2θの位置にカウンタを設置し、入射及び回折X線を含む鉛直面に対する水平角度φに対する回折強度を測定した。

50 【0052】この結果から、Y S Zの半値幅は8.8度

であるのに対し、 CeO_2 は5.6度、 $YBCO$ 膜は4.7度と配向性が向上しており、上記のテープ状酸化物超電導体は、高い c 軸配向性及び a 軸面内配向性を有することが明らかである。

【0053】図4は、10mm長に切り出した試料の Jc 値の外部磁界依存性を示したもので、 Jc 値は、直流4端子法により電圧基準 $1\mu V/cm$ で測定した。

【0054】この結果から、上記のテープ状酸化物超電導体は、後述する比較例1の Hastelloy テープ上に、IBAD法による YSZ の第1中間層及び Y_2O_3 の第2中間層上にレーザ蒸着法により $YBCO$ 層を成膜した場合に比べ特性が優れていることがわかる。これはMOD法がPLD法に比べ、熱平衡に近いプロセスであることより、粒界特性が改善されるためであると考えられる。また、後述する比較例2の配向性 Ni 基板上に CeO_2 及び YSZ を成膜した複合基板上にMOD法により $YBCO$ 層を成膜した場合に比較して10mm長では同等の、77.3K、0Tで $Jc > 1MA/cm^2$ 、2Tで $Jc > 10^5 A/cm^2$ と外部磁界に対して高い Jc 値を有することが明らかである。図5には、10mテープの長さ方向の Jc 分布を示す。この結果より $1MA/cm^2$ 以上で均一な Jc 分布が得られていることが明らかである。

【0055】比較例1

約10nmの平均結晶粒を有し、長さ10m、幅10mm、厚さ0.1mmの Hastelloy テープ上に、IBAD法を用いて室温下で YSZ の第1中間層を $1\mu m$ の厚さに成膜し、この上にレーザ蒸着法を用いて Y_2O_3 の第2中間層を厚さ0.5 μm に形成して複合基板を作成した。

【0056】次いで、この第2中間層上にレーザ蒸着法により厚さ0.15 μm の $YBCO$ 層を成膜した。

【0057】このようにして得られたテープ状酸化物超電導体の Jc 値の外部磁界依存性と面内配向性を測定した。

【0058】測定結果を図4及び図6に示す。 Jc 値は実施例と同様の方法により測定した。

【0059】これらの結果より、10mにおける Jc 値のばらつきは小さいものの Jc 値は実施例が優れている。

【0060】比較例2

約50 μm 以上の結晶粒を有し、長さ10mm、幅10mm、厚さ0.1mmの配向性 Ni 基板($RABiT S$)上に、 CeO_2 のエピタキシャル層の薄膜を厚さ0.5 μm に設け、さらにその上にスパッタリング法により高温減圧下で YSZ の厚膜を厚さ1 μm に形成して複合基板を形成した。

【0061】この複合基板上に実施例と同様の方法、即ち、 TFA 塩溶液を原料としてMOD法により厚さ0.15 μm の $YBCO$ 層を成膜した。

【0062】このようにして得られたテープ状酸化物超電導体の Jc 値の結果を図4および図7に示す。

【0063】これらの結果より、比較例2は、短尺では実施例と同等の Jc 値を示すものの、長さ10mにおける Jc で値は数カ所 Jc 値の低い部位が見られ、総 Jc は値これにより決定されることより、実施例に比べ小さな Jc 値となっている。

【0064】実施例2

基板として Hastelloy / YSZ / CeO_2 からなる IBAD 複合基板を用いた。この複合基板は、約10nmの平均結晶粒を有し、長さ10mm、幅10mm、厚さ0.1mmの Hastelloy テープ上に、IBAD法を用いて室温下で YSZ の第1中間層を $1\mu m$ の厚さに成膜し、この上にスパッタリング法を用いて CeO_2 の第2中間層を厚さ0.5 μm に形成して作成した。

【0065】この基板上に各金属 TFA 塩を $Y:Ba:Cu$ のモル数比が1:2:3となるようにメタノールに溶解し、溶液濃度を Y 換算で0.25mol/リットルに調整して原料溶液を作成した。

【0066】この原料溶液を各基板上にスピコート法により塗布して塗布膜を形成した。このようにして得られた基板の塗布膜に対して、水蒸気を含んだ酸素雰囲気下で低昇温速度で300まで加熱した後炉冷し、次いで再度上記と同様の方法により原料溶液を基板上に塗布して塗布膜を形成し、水蒸気を含んだ酸素雰囲気下で低昇温速度で400まで加熱した後、炉冷して2層構造の $Y-Ba-Cu$ 前駆体を得た。

【0067】この仮焼熱処理に続く結晶化熱処理においては、上記の前駆体膜を水蒸気を含んだ $10^{-3}atm$ の低酸素雰囲気下で25/minの昇温速度で加熱し、基板温度を750維持して結晶化熱処理後、次いで炉内雰囲気を乾燥ガスに切替えて10分間保持した後、炉冷した。

【0068】以上のようにして得られた膜上に銀を蒸着して電極を形成し、酸素雰囲気中で450で1時間熱処理を施して超電導膜を形成した。

【0069】この超電導膜はX線回折の結果、 $YBCO$ が主成分であることが確認された。

【0070】上記の超電導膜について、直流4端子法により Tc 値を測定した。また $YBCO(102)$ 極点図により、 c 軸及び a 軸配向率を測定した。 Tc 値、 c 軸及び a 軸配向率の測定結果を表1に示す。

【0071】

【表1】

	実施例 2	比較例 3
基板	I B A D 複合基板	
塗布回数 (回)	2	2
膜厚 (μm)	0.4	0.4
仮焼温度 (1 回目: $^{\circ}\text{C}$)	300	400
仮焼温度 (2 回目: $^{\circ}\text{C}$)	400	400
c 軸配向率 (%)	74	40
a 軸配向率 (%)	26	60
T c (K)	92	84

【0072】比較例 3

実施例 2 と同様の方法により I B A D 複合基板を用いて、原料溶液を基板上に塗布して塗布膜を形成した。このようにして得られた基板上の塗布膜に対して、水蒸気を含んだ酸素雰囲気下で低昇温速度で 400 まで加熱した後炉冷して Y - B a - C u 前駆体を得た。次いでこの仮焼膜上に上記と同様の方法により原料溶液を塗布して塗布膜を形成した後、水蒸気を含んだ酸素雰囲気下で低昇温速度で 400 まで加熱し、炉冷して Y - B a - C u 前駆体を得た。このようにして得た 2 層構造の Y - B a - C u 前駆体に対して以後実施例 2 と同様の方法により超電導体を形成した。

【0073】この超電導膜は X 線回折の結果、いずれも Y B C O が主成分であることが確認された。上記の超電導膜について、実施例 2 と同様にして T c 値、c 軸及び a 軸配向率を測定した。結果を表 1 に示した。

【0074】以上の実施例 2 及び比較例 3 の結果から明らかのように、仮焼膜を 2 層に形成した場合、1 層目の仮焼熱処理を 300 で行った場合を 400 で行った場合と比較すると、1 層目の仮焼熱処理を 300 で行った場合には T c 値が向上するとともに、c 軸配向率が著しく向上していることが認められる。

【0075】この原因は、結晶化熱処理時の 1 層目と 2

層目の界面に不純物層の生成により、基板からのエピタキシャル成長を妨げることによるものと考えられる。この不純物層の生成の要因としては、仮焼熱処理温度が高い場合にアモルファス前駆体膜中の結晶化が進行し、結晶化熱処理時に 1 層目と 2 層目の仮焼膜とその結晶粒が優先的に反応し不純物が生成し易くなるものと考えられる。

20 【0076】実施例 3

結晶化熱処理雰囲気中の導入ガスの水蒸気分圧 (1.05 vol%) と結晶化熱処理時間を変えた他は、実施例 2 と同様の方法により 300 で仮焼し、さらに 400 で仮焼して晶基上に仮焼膜を 2 層に形成し、次いで結晶化熱処理を施して超電導膜を形成した。この超電導膜は X 線回折の結果、Y B C O が主成分であることが確認された。

【0077】上記の超電導膜を直流 4 端子法により J c 値及び I c 値 (電圧基準 $1\mu\text{V}/\text{cm}$) を測定した。また、X 線回折 (ロッキングカーブ) により、Y B C O (005) 面に対応するピークの積分強度及び半値幅を求めた。結果を表 2 に示す。

【0078】

【表 2】

	実施例 3	比較例 4
基板	I B A D 複合基板	
水蒸気分圧 (vol%)	1.05	4.2
熱処理時間 (min)	180	60
塗布回数 (回)	2	2
膜厚 (μm)	0.4	0.4
J c (MA/cm^2)	2.3	0.7
I c (A)	90	28
ピーク積分強度	13693	7507
半値幅 (deg.)	0.60	1.10

【0079】比較例 4

結晶化熱処理雰囲気中の導入ガスの水蒸気分圧 (4.2

vol%) と熱処理時間を変えた他は、実施例 3 と同様の方法により 300 で仮焼し、さらに 400 で仮焼

して基板上に仮焼膜を 2 層に形成し、次いで結晶化熱処理を施して超電導膜を形成した。この超電導膜は X 線回折の結果、Y B C O が主成分であることが確認された。

【 0 0 8 0 】上記の超電導膜の J c 値、I c 値、ピーク積分強度及び半値幅を実施例 3 と同様にして測定した。結果を表 2 に示した。

【 0 0 8 1 】以上の実施例 3 並びに比較例 4 の結果から明らかなように、仮焼膜を 2 層に形成し、水蒸気分圧を 1 . 0 5 v o l % と低下させて結晶化熱処理を施した場合を水蒸気分圧を 4 . 2 v o l % で結晶化熱処理を施した場合と比較すると、J c 値及び I c 値は著しく向上する。この場合のロッキングカーブから、水蒸気分圧を 4 . 2 v o l % で結晶化熱処理を施した場合には Y B C O の c 軸配向率の低下が確認された。

【 0 0 8 2 】以上の結果は、結晶化熱処理時の水蒸気分圧が増加すると Y B C O 膜の結晶の成長速度が大きくなるため、結晶性及び c 軸配向率が低下することによるものと考えられる。

【 0 0 8 3 】以上述べた実施例及び比較例の測定結果から明らかなように、本発明のテープ状酸化物超電導体は、高配向性をもって中間層及び中間層上に酸化物超電導層を成膜することができ、その結果、外部磁界に対して高い J c 値を有することができる。

【 0 0 8 4 】

【発明の効果】本発明によるテープ状酸化物超電導体は、以上述べたように、高い c 軸及び a 軸配向性（面内配向性）を有し、かつ結晶粒界における超電導特性の劣化を防止することができるため、結晶粒界における量子的結合に優れることにより超電導特性を向上させることができる。

【 0 0 8 5 】また非磁性もしくは弱磁性で、かつその機械的強度の大きい金属基板を用いているため、超電導マグネットや超電導ケーブルへの使用に適したテープ状酸化物超電導体を提供することが可能となり、また非真空プロセスである MOD 法により超電導層を形成するた

め、仮焼膜を複数層形成して結晶化させることにより厚膜化が可能となり、長尺線材の製造に適し、その製造コストを著しく低減することができる。

【図面の簡単な説明】

【図 1】本発明によるテープ状酸化物超電導体の断面図である。

【図 2】本発明によるテープ状酸化物超電導体の Y B C O (1 2 3) 層の臨界温度 (T c) に及ぼす熱処理温度の影響の一実施例及び比較例を示すグラフである。

10 【図 3】本発明によるテープ状酸化物超電導体の Y S Z、C e O 2 及び Y B C O の X 線回折による半値幅の測定結果の一実施例を示すグラフである。

【図 4】本発明によるテープ状酸化物超電導体の J c 値の外部磁界依存性の一実施例、比較例 1 及び 2 を示すグラフである。

【図 5】本発明におけるテープ状酸化物超電導体の長さ方向の J c 値の変化を示すグラフである。

【図 6】比較例 1 におけるテープ状酸化物超電導体の長さ方向の J c 値の変化を示すグラフである。

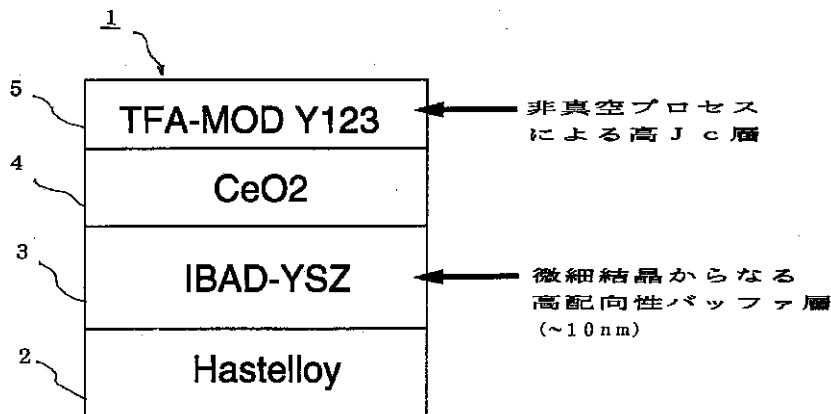
20 【図 7】比較例 2 におけるテープ状酸化物超電導体の長さ方向の J c 値の変化を示すグラフである。

【図 8】配向性 N i 基板を用いた従来の酸化物超電導体の断面図である。

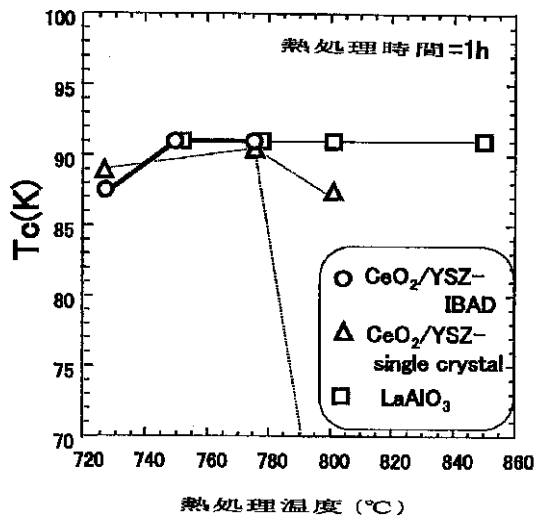
【符号の説明】

- 1 ... テープ状酸化物超電導体
- 2 ... ハステロイ基板
- 3 ... Y S Z 第 1 中間層
- 4 ... C e O 2 第 2 中間層
- 5 ... R E (1 2 3) 超電導層
- 30 1 0 ... 配向性 N i 基板上を用いた従来の酸化物超電導体
- 1 1 ... 配向性 N i 基板
- 1 2 ... C e O 2 第 1 中間層
- 1 3 ... Y S Z 第 2 中間層
- 1 4 ... C e O 2 第 3 中間層
- 1 5 ... MOD 法による R E (1 2 3) 超電導層

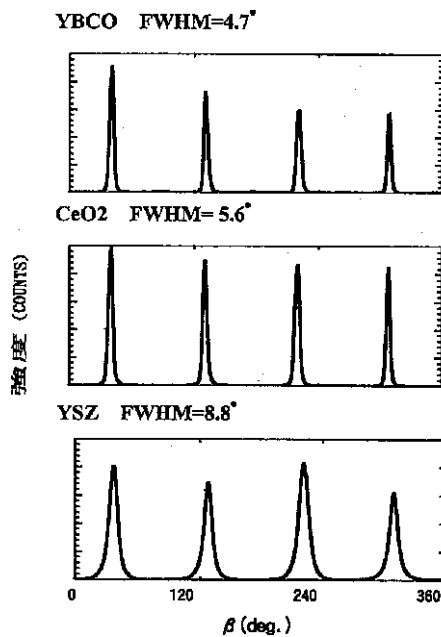
【図 1】



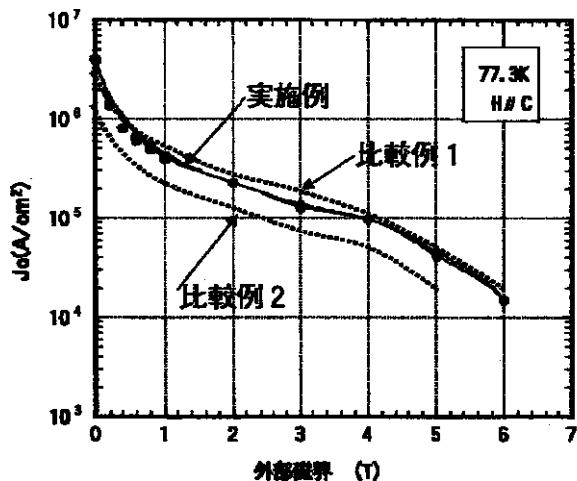
【 図 2 】



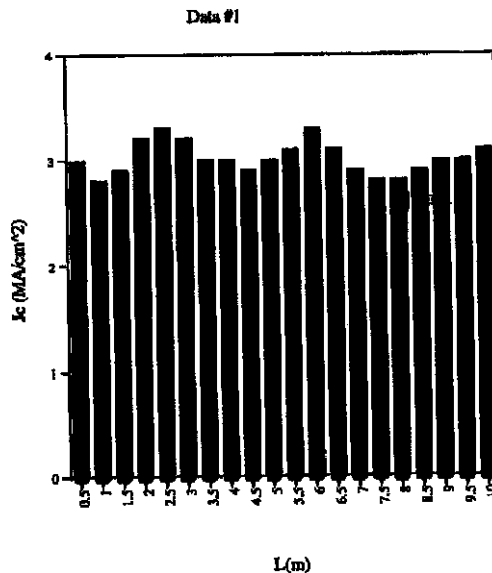
【 図 3 】



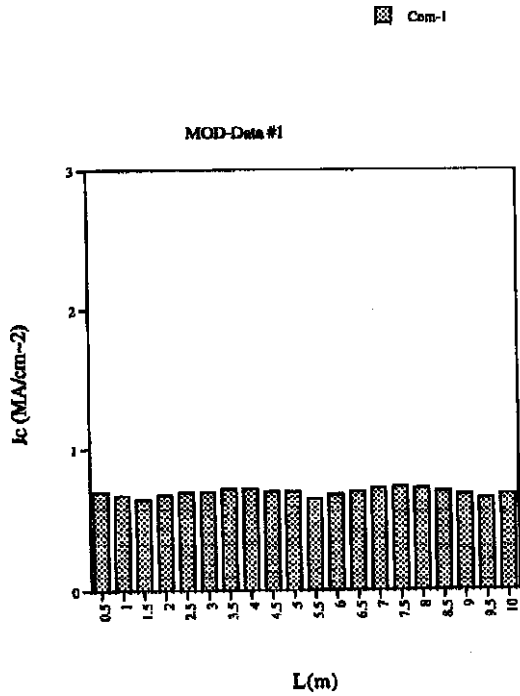
【 図 4 】



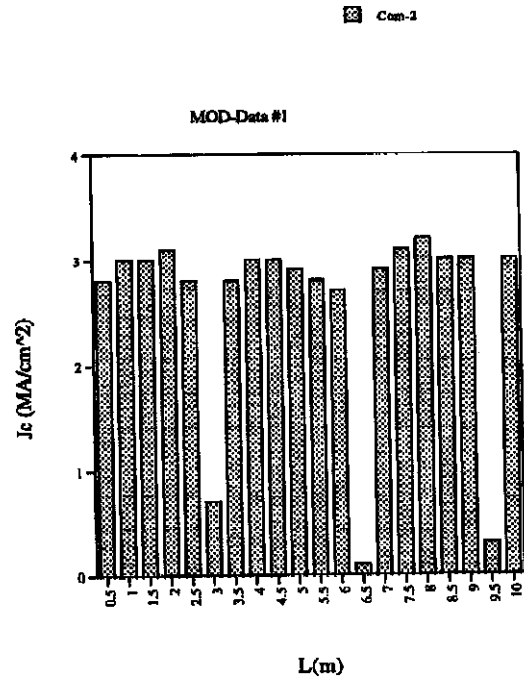
【 図 5 】



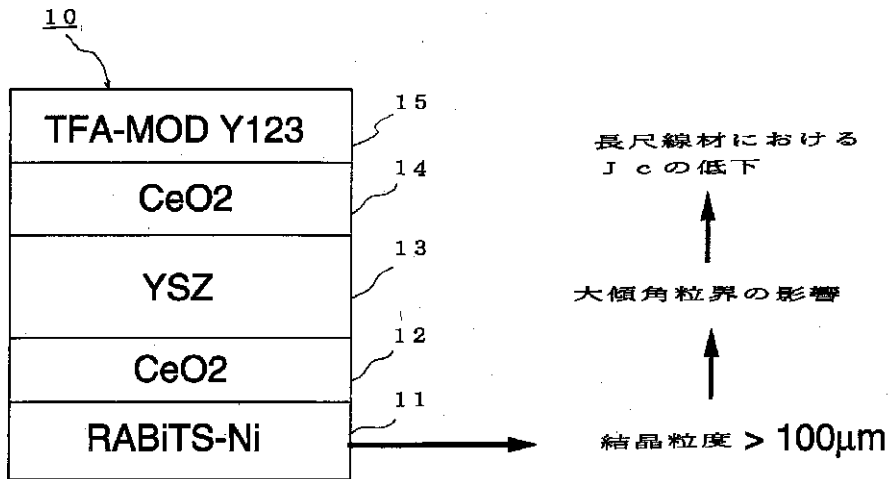
【図 6】



【図 7】



【図 8】



フロントページの続き

(71)出願人 000173784
 財団法人鉄道総合技術研究所
 東京都国分寺市光町 2 丁目 8 番地38

(71)出願人 000003078
 株式会社東芝
 東京都港区芝浦一丁目 1 番 1 号

(72)発明者 本庄 哲吏
 東京都江東区東雲 1 - 10 - 13 財団法人国
 際超電導産業技術研究センター 超電導工
 学研究所内

(72)発明者 富士 広
 東京都江東区東雲 1 - 10 - 13 財団法人国
 際超電導産業技術研究センター 超電導工
 学研究所内

(72)発明者 中村 雄一
東京都江東区東雲 1 - 10 - 13 財団法人国
際超電導産業技術研究センター 超電導工
学研究所内

(72)発明者 和泉 輝郎
東京都江東区東雲 1 - 10 - 13 財団法人国
際超電導産業技術研究センター 超電導工
学研究所内

(72)発明者 荒木 猛司
東京都江東区東雲 1 - 10 - 13 財団法人国
際超電導産業技術研究センター 超電導工
学研究所内

(72)発明者 山田 穰
東京都江東区東雲 1 - 10 - 13 財団法人国
際超電導産業技術研究センター 超電導工
学研究所内

(72)発明者 平林 泉
東京都江東区東雲 1 - 10 - 13 財団法人国
際超電導産業技術研究センター 超電導工
学研究所内

(72)発明者 塩原 融
東京都江東区東雲 1 - 10 - 13 財団法人国
際超電導産業技術研究センター 超電導工
学研究所内

(72)発明者 飯島 康裕
東京都江東区木場 1 - 5 - 1 株式会社フ
ジクラ内

(72)発明者 武田 薫
東京都江東区木場 1 - 5 - 1 株式会社フ
ジクラ内

Fターム(参考) 4M113 AD35 AD36 BA04 BA23 BA29
CA34
5G321 AA01 CA05 CA24 CA27 DB22