

構造用形状記憶合金の開発と 建築物の耐震性向上への応用



名古屋大学 教授 荒木 慶一

1. はじめに

1995年兵庫県南部地震、2011年東北地方太平洋沖 地震、2016年熊本地震など、全国各地で震度7の極め て強い揺れの地震が発生している。特に2016年熊本地 震では震度7の揺れが立て続けに2回発生した。最初の 強い揺れで耐震性が低下したところに続けて強い揺れが くることで多くの建物が大きな被害を被った。これらの 地震では、倒壊しなかったものの損傷や地震後の傾きが 著しく建物の復旧に多大な時間を要する例や、修復が困 難で壊される例が多くみられた。これらの経験を経て、 震度7の地震が繰返し起きても損傷や残留変形が残らず、 地震後も機能を維持して直ぐに利用できる建物を実現す るための研究開発が重要な社会的要請となっている。

大変形を与えても荷重を除くとすぐに(加熱すること なく)元の形に戻る(図-1)ように特性を制御した形状 記憶合金(以下、超弾性形状記憶合金)を建物の変形が 集中する部位に適用することで梁や柱などの本体構造の 損傷を回避し、大地震後の機能維持や超早期復旧を可能 にする研究が国際的に活発化している¹⁾。超弾性形状記 憶合金を建物の変形が集中する部位に適用すれば、①応 力-ひずみ関係が描く履歴により振動エネルギーを吸収



図-1 鋼材と超弾性形状記憶合金の応力-ひずみ関係の比較。 鋼材は塑性変形により荷重を除くと残留変形が生じる。超弾性 形状記憶合金は形状回復により残留変形が生じない。

して最大変形を抑制する機能、②変形回復により地震後 の残留変形を抑制する機能、③大変形時に応力がほぼ一 定となることで部材間の力の伝達を抑制し建物本体を保 護する機能が付与され、熊本地震のように強い揺れが繰 り返し来ても建物本体に変形や損傷が残らず、地震後の 機能維持や早期復旧を実現することが可能になる。

このような魅力的な機能にもかかわらず、超弾性形状記 憶合金を実用建物の耐震性向上に応用した事例は米国の 高速道路橋の試験プロジェクトのみである。普及を妨げる 大きな理由は、十分な性能と実用的なコストをあわせ持つ 超弾性形状記憶合金が存在しないことにある。現在、唯一、 実用化されている Ni-Ti 合金 (ニッケル (Ni) とチタン (Ti) が主成分の合金)は原材料のコストが高い上、径が10mm を超える大径材で良好な変形回復性能を実現するのが難 しく、接合に要するねじ切りなどの加工コストが高いとい う問題を持つ。米国では鉄筋コンクリート橋脚の一部の補 強鋼材をNi-Ti合金で代替するとともに、外側のコンクリー トを繊維で補強することで、大地震後も機能を維持し継続 して利用できる高速道路が2017年に試験的に建設されて いる²⁾。しかし、建設を主導した米国 Nevada 大学の Saiidi教授は、Ni-Ti合金では大径材で良好な変形回復や 十分な靭性を実現するのが難しく、接合のための加熱を 伴う加工により端部周辺が脆化する危険性がある点が普 及へのボトルネックであることを指摘している。近年、超 弾性形状記憶合金を用いて大地震後の建物の機能維持を 目指す研究が国際的に活発化しており、性能、加工性、コ ストの全ての面で優れた超弾性形状記憶合金の開発が世 界の多くの地震多発国・地域で強く望まれている。

このような状況の下、著者らは新しい超弾性形状記憶 合金である Cu-Al-Mn 合金(銅(Cu)、アルミニウム (Al)、マンガン(Mn)の合金)の開発を進めている。本 稿では、Cu-Al-Mn 合金の開発と建築物の耐震性向上へ の応用について、最近の研究内容を紹介したい。

2. 単結晶 Cu-Al-Mn 合金の量産技術の開発 2. 1 研究の背景と成果の概要

通常、金属材料は結晶の集合体である多結晶である。 これまでに、Ni-Ti合金より廉価な銅系形状記憶合金 (Cu-Al-Mn合金の他にCu-Al-Ni、Cu-Al-Zn、Cu-Al-Beなどの合金、Zn:亜鉛、Be:ベリリウム)について 多くの研究がなされている。これらの研究を通して、銅 系形状記憶合金では力学特性が結晶の方向に大きく依存 するため、多結晶では十分な変形回復性能が得られず、 結晶間の境目である結晶粒界で破壊しやすいことが知ら れている。一方、一つの結晶からなる単結晶では優れた 変形回復特性が得られることが知られているが、ブリッ ジマン法やチョクラルスキー法などの従来技術では数 mm程度の小さな部材でも単結晶化に特殊な設備が必要 であり、建築物で利用する寸法の単結晶部材の量産は事 実上不可能と考えられていた。

このような状況の下、著者らは特定温度域で加熱・冷 却のサイクルを繰り返す**サイクル熱処理**と呼ばれる技術 を開発し、従来のように特殊な設備を必要とせず、一般 の熱処理炉を用いて大型単結晶部材を現実的なコストと 時間で量産することを可能にした。

2.2 異常粒成長メカニズムの解明³⁾

結晶粒界はエネルギーが高く、高温では粒界を減少さ せようと結晶粒成長が起きる。その際、通常は図-2(b) のように結晶粒径の分布が一定範囲内で進行する。この ような結晶粒成長は正常粒成長と呼ばれる。一方、特定 の条件の下では、図-2(c)に示すように特定の結晶粒が 周囲の結晶粒よりも早く粗大化することがある。このよ うな結晶粒成長は異常粒成長と呼ばれる。

ここでは、高温では β 相(体心立方格子の結晶構造)の 単相、低温では β 相の中にa相(面心立方格子の結晶構 造)が析出し二相となる温度域で加熱・冷却を繰返すサ イクル熱処理(**図-2(a**))により異常粒成長が生じること を見出した。また、異常粒成長を詳細に調査し、冷却時 にa相が析出する際にa相の周辺の β 相で方位差が生じ、 加熱時に亜結晶粒(わずかな方位差を持つ微細な結晶粒) が生成することを見出した(**図-3**)。亜結晶粒の界面であ る亜結晶粒界も方位差に応じて高いエネルギーを有して おり、これが異常粒成長の駆動力であることを特定した。 さらに、径30mmの棒材を試作し、建築物の耐震要素 で利用できる寸法の棒材においてバンブー結晶(各結晶 粒の大きさがワイヤーの径を超え、結晶粒界が竹の節の ように現れる竹状の結晶粒構造)の形成により良好な変 形回復性能を実現できることを実証した(**図-4**)。



図-2 (a) サイクル熱処理の温度履歴。(b) 900 \mathbb{C} 24時間等温 熱処理後の結晶粒構造。(c) 900 $\mathbb{C} \rightarrow$ 500 $\mathbb{C} \rightarrow$ 800 \mathbb{C} サイクル 熱処理後の結晶粒構造。右側に異常粒成長が観察できる。 (d) 900 $\mathbb{C} \rightarrow$ 500 $\mathbb{C} \rightarrow$ 900 \mathbb{C} の熱処理1サイクル後の結晶粒構 造。バンブー結晶が観察できる。(e) 900 $\mathbb{C} \rightarrow$ 500 $\mathbb{C} \rightarrow$ 900 \mathbb{C} の熱処理を5サイクル繰り返した後の結晶粒構造。1の場合と 比較して結晶粒が大きくなっている³⁾。



図-3 (a) 900 $\mathbb{C} \rightarrow 500 \mathbb{C}$ の熱処理後の $a + \beta$ 二相における β 相の結晶方位 (参照値からの差)の分布 (黒色はa相の析出部分)。(b) 900 $\mathbb{C} \rightarrow 500 \mathbb{C} \rightarrow 730 \mathbb{C}$ の熱処理後の β 単相の結晶方位の分布 (緑色の部分が亜結晶粒)³⁾。





2.3 単結晶化技術の開発⁴⁾

ここでは、2.2節の知見に基づき、方位差の大きい亜 結晶粒界を得ることを試みた。異常粒成長は800℃や 900℃の高温で生じやすいのに対し、比較的低温(740℃ など)では β 単相でも異常粒成長がほとんど生じない。 この点に着目し、異常粒成長を促す従来の500℃~ 900℃の高温サイクル熱処理(図-2(a))と、亜結晶粒の 生成を促す500℃~740℃の低温サイクル熱処理(図-5 (上))を交互に行うことで、結晶粒の成長速度を大きく 加速する手法を提案した。参考として、低温サイクル熱 処理を繰返し行うことにより、結晶方位差が大きくなり 亜結晶粒の生成が促されている状況を図-5(下)に示す。 さらに、提案サイクル熱処理により径15mm、長さ 700mmのCu-Al-Mn合金棒材を試作し、現実的な時間 内での単結晶化が可能であり、優れた変形回復性能が得 られることを実証した。

このサイクル熱処理技術を開発したことで、従来のよ うに特殊な単結晶製造設備を使用しなくても、温度履歴 のプログラムを組める通常の熱処理炉で、建築物に適用 できるレベルの大きさの単結晶 Cu-Al-Mn 合金部材を 製造することが可能になった。

Cu-Al-Mn 合金の塑性化後の力学特性の解明⁵⁰

超弾性形状記憶合金を建築物の耐震要素として利用す るには、ひずみが10%程度までの変形回復領域だけで はなく、それ以上の変形領域における塑性変形から破断 までの特性の把握が必要になる。変形回復領域内 での力学特性についてはCu-Al-Mn合金を含め Cu-Al-Ni合金などでも詳細な調査が行われてい たが、塑性変形から破断に至る実験データは Cu-Al-Mn合金のみならず他の銅系形状記憶合金 においても見当たらない状況であった。

ここでは、ランダムな結晶方位を持つ14本の 単結晶Cu-Al-Mn合金棒材の引張試験を行い、塑 性変形から破断に至る力学特性を調べた。図-6(a) および図-6(b)に代表的な応力 – ひずみ関係と破 断後の写真を示す。図-6(a)の棒材では応力がほ ぼ一定となる変形領域の終了後に急激に硬化し、 破断ひずみは10%程度と靭性は十分ではなく、引 張強さ930MPaで絞りを伴わないせん断破壊が 生じた。一方、図-6(b)の棒材では応力一定領域 終了後の硬化も限定的で引張強さは250MPa程 度であり、破断ひずみが約80%と極めて高い靭性 を持つことがわかった。この棒材の破断後の試験 片を見ると、試験片の中央平行部全体に渡って滑り線 (図-6(c))が確認され、応力-ひずみ曲線の上に描いた 概略図のように大きな結晶の回転を起こしながら塑性変 形が棒の材軸方向に広く伝播した後に破断に至っている ことがわかる。

図-6(b)に示すような極めて高い靭性を持つCu-Al-Mn合金棒材を接合部などで利用することで、地震時に 変形回復領域を超えるような想定外の変形が起こっても、 梁や柱などの部材に伝わる力を抑制し本体構造の損傷を 抑制し粘り強い建物にすることが出来る。



図-5 740℃⇔500℃の低温サイクル熱処理(上)を1回(左)と5回(右)繰返した時の結晶方位分布⁴⁾



図-6 (a) 靭性が乏しい結晶方位を持つ棒材の応力-ひずみ関係と破断後の写真。絞りが乏しく45°方向のせん断破壊が観察できる。(b) 靭性に 富む結晶方位を持つ棒材の応力-ひずみ関係と破断後の写真。結晶の回 転を伴うすべり面が断面縮小部全体にわたって材軸方向に伝播している⁵。

4. Cu-Al-Mn 合金の転造ねじ加工技術の開発⁶⁾

超弾性形状記憶合金を建物で利用するには、他の部材 と接合する必要がある。従来技術のNi-Ti合金は塑性加 工や切削加工などの加工性が低く、ねじ切りにはレー ザーなどを用いた特殊な加工法が必要となる。そのため、 原材料のコストが高いことに加えて、接合に必要な加工 に多大なコストと時間を要する点が大きな課題であった。 また、ねじ加工に必要な加熱による脆化や変形回復性能 の劣化も課題となっていた。



図-7時効処理前(左)と処理後(右)の電子回折図形。右側の 電子回折図形では原子配列の規則化に起因する回折が明確に なっている⁶⁾。



図-8 転造ねじ加工 (a) 加工装置 (通常の鋼材の転造で用いるのと同じ装置)、(b) 加工前、(c) 加工中、(d) 加工終了時⁶⁾



図-9 比較対象の切削ねじ加工を施したCu-Al-Mn合金棒材の 500サイクル疲労試験後の写真。同一寸法の切削ねじ加工棒材 では全てねじ部で破断したが、転造ねじ加工棒材では破断は全 く生じなかった⁶。

このような状況の下、著者らは転造ねじ加工と呼ばれ る加熱を必要とせず量産性の高い加工法を超弾性形状記 憶合金に適用する手法を新たに開発し、実用化のボトル ネックとなっていた接合に要する加工コストを飛躍的に 低減することに成功した。

鋼材の接合では、加工が容易な転造ねじ加工と呼ばれ る加工法が用いられるのが一般的である。常温での塑性 変形を利用した加工であり、塑性変形に伴う加工硬化に よりねじ切り部が強化されるため、切削ねじ加工の場合 のように中央部を端部より細くする加工が不要である。 しかし、超弾性形状記憶合金は変形回復性能が高いため、 転造ねじを適用するのは実質上不可能と考えられていた。

これに対し筆者らは、Cu-Al-Mn合金では最後に時効 処理とよばれる200℃程度の比較的低温の熱処理を行う ことで原子配列の規則性を高めて優れた変形回復性能を 実現することに着目し(図-7)、変形回復性能が比較的 低い時効処理前に転造ねじ加工を行い、その後、時効処 理を施す手法を提案した。また、提案手法により転造ね じ加工を施したCu-Al-Mn合金棒材を試作し(図-8)、 繰返し引張試験を通して靭性や疲労特性が転造ねじ加工 により劣化しないことを実証した(図-9)。

5. Cu-Al-Mn合金の建築物への適用性の評価

5.1 鉄骨造建物の引張ブレースへの適用例⁷⁾

Cu-Al-Mn合金の建築物への適用性を検討するため、 ここでは実大スケールの鉄骨造建物の部分骨組の振動台 実験を行った。通常の鋼材の引張ブレースでは塑性化す るほど大きな変形を受けるとブレースが伸びたままになっ て緩んでしまい、骨組の地震への抵抗力は低下する。鋼 材の引張ブレースの一部をCu-Al-Mn合金棒材で置換 することで、この問題を解決することを試みた。

通常の鋼材ブレースを用いた場合、1995年兵庫県南 部地震の1.5倍の地震動に対して骨組が地震後に大きく 傾き、ブレースが塑性変形を受けて伸びていることがわ かる。一方、Cu-Al-Mn合金棒材をブレース一部に用い た場合(図-10)、同一の地震動に対して最大変形は小さ く傾きも残らず、ブレースは緩まず骨組は抵抗力を発揮 し続けるなど、優れた耐震性を示すことが検証できた(図 -11)。また、準静的実験から得られたCu-Al-Mn合金 の応力-ひずみ関係を用いて骨組の地震応答を予測した 結果と振動台実験から得られた観測結果を比較すると、 良好な精度で一致していた。これを通して、建物の地震 応答を予測する場合にCu-Al-Mn合金の速度依存性は 無視できるほど小さいことを示した。 以上の結果から、Cu-Al-Mn合金の利用により震度7 の地震が繰返し起きても建物の変形や損傷を抑制し、無 補修もしくは軽微な補修のみで継続して利用できる建物 の実現が期待できる。



図-10 振動台に設置した鉄骨造の実大部分骨組の写真(オレンジ色ロープは倒れ止め)。左上の図のように鋼材ブレース(水 色)下部をCu-Al-Mn合金(赤色)で置換⁷⁾。



図-11 鋼材(上写真)及びCu-Al-Mn合金(下写真)を引張ブ レースに用いた骨造の振動台実験後の外観。鋼材ブレースが塑 性変形で伸びてしまい骨組が傾いているのに対し、Cu-Al-Mn 合金を用いたブレースでは残留変形がほとんど見られない。

5.2 鉄筋コンクリート梁主筋への適用例⁸⁾

鉄筋コンクリート構造について多くの研究がなされ、 これまでの地震被害をふまえて必要な鉄筋量を確保する ことで十分な靭性を担保する設計が主流となっている。 しかし、主筋が塑性変形を受けるような大変形が生じる と、コンクリートに大きなひび割れや変形が残ったり、 主筋の座屈により周辺のコンクリートが剥落するなど、 継続利用や早期復旧が困難になる危険性がある。

ここでは、地震時に変形が集中し塑性変形が生じる塑 性ヒンジに位置する主筋の一部をCu-Al-Mn合金に置 換することで、残留ひび割れや残留変形を抑制すること の実現可能性を検討した。

図-12に鉄筋コンクリート単純梁試験体の寸法と鉄筋 の配置を示す。この実験では、中央部の主筋が鋼材の場 合とCu-Al-Mn合金の場合について比較を行った。4点 曲げ載荷を行い、最大変形が指定値に達すると試験体を 上下反対に手動で動かすことで、繰返し載荷を与えた。

図-13と図-14に中央部主筋が鋼材とCu-Al-Mn合金 の場合の最大変形時(部材角=1/50)と荷重を除いた後 の変形を示す。いずれの場合も最大変形時の写真(左側) では最大5~6mmのひび割れが発生している。荷重を 除いた後の写真(右側)では、主筋が鋼材の場合は 5.5mmの残留ひび割れが残っているのに対して、主筋 がCu-Al-Mn合金の場合は残留ひび割れが0.3mmと大 きく低減できることを確認した。

6. まとめ

東北大学(貝沼亮介教授、大森俊洋准教授)、古河テク ノマテリアル(喜瀬純男氏)と共同開発しているCu-Al-Mn合金の特徴と最近の研究成果は以下の通りである。

- ・Cu-Al-Mn合金は銅を主原料とするためNi-Ti合金と 比べて原材料の価格が数分の一である。また、単結晶 化することによりNi-Ti合金より優れた変形回復性能 や靭性などの力学特性が得られる。
- ・特定温度域で加熱・冷却を繰り返すのみで大型形状記



図-12 鉄筋コンクリート梁の配筋図。主筋の中央に鋼材と超 弾性形状記憶合金を配置した場合を比較⁸⁾。



図-13 主筋中央に鋼材を配置した場合の最大変形時(左)と除 荷後(右)の写真。除荷後にひび割れが閉じていないことが観 察できる⁸⁾。



図-14 主筋中央に超弾性形状記憶合金を配置した場合の最大 変形時(左)と除荷後(右)の写真。除荷後のひび割れの閉塞が 観察できる⁸⁾。



図-15 商品化された木造住宅用耐力壁 (左)と超弾性形状記憶 合金棒材 (右)⁹⁾

憶合金を単結晶化する技術の開発に成功したのは世界 初で、金属材料学の常識を覆す成果である。本来は高 コストな単結晶が現実的なコストで製造可能になった。

- ・変形回復性能を高めるための最終的な熱処理を行う直前のタイミングで転造ねじ加工を行うことで、従来の 製造プロセスをほとんど変更することなく超弾性形状 記憶合金に転造ねじ加工を適用することを可能にした。
- ・単結晶Cu-Al-Mn合金を用いた木造住宅用耐力壁が 積水ハウスのグループ会社である積和建設により本年 3月に商品化された⁹⁾(図-15)。形状記憶合金構造部 材と、これを用いた耐震要素の本格的な実用化は世界 初である。今後、社会ニーズが高いリフォーム事業を 通した住宅の耐震化促進が期待できる。

【参考文献】

- 1) Fang, C.: SMAs for infrastructure in seismic zones: A critical review of latest trends and future needs, *Journal of Building Engineering*, Vol. 57, 104918, 2022.
- 2) Ge, J., Saiidi, M.S., Varela, S.: Computational studies on the seismic response of the state route 99 bridge in Seattle with SMA/ECC plastic hinges, *Frontiers of Structural and Civil Engineering*, Vol. 13, pp. 149-164, 2019.
- 3) Omori, T., Kusama, T., Kawata, S., Ohnuma, I., Sutou, Y., Araki, Y., Ishida, K., Kainuma, R.: Abnormal grain growth induced by cyclic heat treatment, *Science*, Vol. 341, pp. 1500-1502, 2013
- 4) Kusama, T., Omori, T., Saito, T., Kise, S., Tanaka, T., Araki, Y., Kainuma, R.: Ultra-large single crystals by abnormal grain growth, *Nature Communications*, Vol. 8, 354, pp. 1-9, 2017
- 5) Kise, S., Araki, Y., Omori, T., Kainuma, R.: Orientation dependence of plasticity and fracture in single crystal superelastic Cu-Al-Mn SMA bars, ASCE Journal of Materials in Civil Engineering, Vol. 33, 04021027, 2021
- 6) Kise, S., Kataoka, N., Takamatsu, R., Nishida, M., Omori, T., Kainuma, R., Araki, Y.: Feasibility of roll threading superelastic Cu-Al-Mn SMA rods, ASCE Journal of Materials in Civil Engineering, Vol. 33, 04021254, 2021
- 7) Araki, Y., Shrestha, K.C., Maekawa, N., Koetaka, Y., Omori, T., Kainuma, R.: Shaking table tests of steel frame with superelastic Cu-Al-Mn SMA tension braces, *Earthquake Engineering and Structural Dynamics*, Vol. 45, pp. 297-314, 2016
- 8) Shrestha, K.C., Araki, Y., Nagae, T., Koetaka, Y., Suzuki, Y., Omori, T., Sutou, Y., Kainuma, R., Ishida, K.: Feasibility of Cu-Al-Mn superelastic alloy bars as reinforcements in concrete beams, *Smart Materials and Structures*, Vol. 22, 025025, 2013
- 9) https://www.sekiwakensetsu.com/reform/purpose/ request_x/keijokioku/(2022年8月19日最終アクセス)