MgZnY 急冷合金の昇温過程における相転移過程 Structure evolution and formation of LPSO in MgYZn rapidly quenched alloys

奥田浩司^{1,*},田中浩登¹、杉野智裕¹、山崎倫昭²河村能人² ¹京大工,〒606-8501京都市左京区吉田本町 ²熊本大 MRC,〒305-0801 つくば市大穂 1-1 Taro Tsukuba^{1,*} and Saki Sakura² ¹Dept. of Mater.Sci.Eng. Kyoto Univ. Sakyo-ku Kyoto 606-8501 Japan. ²Magnesium Research Center, Kurokami, Kumamoto, Japan

1 <u>はじめに</u>

Mg-Y-Zn3 元合金の Mg リッチ側では長周期積層 秩 序 構 造 (Long Period Stacking Ordered Structure,LPSO 構造)が形成されることが知られて いる。われわれはこの長周期の複雑な構造の形成過 程と安定性を調べるため、小角領域での回折プロフ ァイルを検討した。Mg 合金の LPSO 構造は十分な 熱処理後の電子顕微鏡などによる評価により、例え ば18R では Mg の c 面 6 層ごとに積層欠陥が入り、 その上下4原子層の面内に Y と Zn が Ll₂構造をも つクラスターの 2 次元配列を形成していることが示 されている。18R の組成変調周期=積層欠陥周期 は一定であるものの、面内のクラスター間距離が連 続的に大きく変化することが明らかとなった[1]。 これはひとつの規則相が形成されていく過程として はかなり異例な変化である。

このような複雑な構造をもつ LPSO の形成機構に ついては、Mg に対する Y,Zn の固溶度に関する熱力 学的な考察からのスピノーダル分解説や、h c p に 対する RE 元素の偏析に伴う積層欠陥安定化に基づ く鈴木効果説などが唱えられているが、実験的な解 明は MgYZn 合金の LPSO が液相と直接共存する状 態図の形状を持つために困難であった。

そこで LPSO の形成過程初期の組織変化を明らか にするために、強制固溶体として液体急冷によるア モルファスリボンを用いた小角高角その場同時測定 をおこなった。

2 実験

実験は BL6A の小角散乱装置を用いておこなった。 本実験では小角領域を Pilatus 1 M で、高角領域を Pilatus100K で同時に測定した。10 K/min での等速 昇温過程で毎分4フレームでのその場測定をおこな った。測定は TMP により真空に保った試料室中で のその場昇温をおこない、室温から融解までの温度 範囲での散乱プロファイルの変化を調べた。組成は 18R 構造の単相組成であることが先行研究で調べ られている Mg85Y9Zn6 を選び、初期状態ではアモ ルファスであるリボンを試料室内のヒータにより加 熱した。 3 結果および考察

図1は Mg85Y9Zn6 試料の加熱初期(定温側) での 小角散乱プロファイルの変化を示している。散乱プ ロファイルは等方的であるため、動径平均化したも のを用いている。特徴として、450K以下の温度 では比較的はっきりとした微小クラスターのランダ ムな分布を示す散乱強度の弱いピーク(肩)のみが 認められる。これは結晶化温度以下でもアモルファ ス層の内部にクラスターが存在していることを示し ており、アモルファス状態の急冷試料においても溶 質の偏析(クラスター形成) は存在することを示し ている。さらに温度を上げて結晶化温度より高温に した場合、クラスター成分はさらに発達すると共に



図1: Mg85Y9Zn6 試料の熱処理に伴う構造変化。 結晶化前後のプロファイル。

より低角側に明確な強度成分が出現することがわか る。これはアモルファス試料の結晶化に伴う結晶子 のコントラストが小角散乱として出現しているもの であり、結晶子のサイズは最大でも15~20nm 程度 であった。さらに高温側では2つの明確な変化がみ とめられた。図2に示すとおり、(1)結晶子の小 角散乱強度が減少し、最終的には認められなくなる。 (2) クラスターのランダム分布を反映した小角散 乱強度プロファイルが2つのピークをもつ散乱プロ ファイルにピーク分離していく[2]。この場合の低 q 側のピークは18Rの偏析周期(6倍周期)に対応す るものに収束し、一方高q側のピークは偏析層内の L12クラスターの間隔(面内クラスター間隔)に対 応する。



図2: Mg85Y9Zn6 試料の熱処理に伴う構造変化。 結晶化前後のプロファイル。

一方、高角側のプロファイルに注目すると、結晶化 温度より定温ではアモルファスを示すハローパター ンが見られるのに対し、結晶化直後にBraggピーク が現れる。特徴的なのは結晶化直後にはh c p に特 有の回折線が現れ、これがクラスターの配列秩序化 が始まる温度域で消滅することである[3]。この変化 を図3に示す。



図3:高角回折による積層欠陥導入温度の検証。

4 <u>まとめ</u>

LPSO 単相組成である Mg85Y9Zn6 合金の液体急 冷リボンの定速昇温過程における相転移過程を小角 高角その場同時測定法により調べた。Stoichiometric な組成での LPSO 形成過程はクラスター形成と配列 秩序形成という2段階の階層的相転移過程であり、 第二段階で積層欠陥導入を含む構造相転移が進行す ることが明らかになった。

謝辞

本研究は科研費新学術領域「LPSOの材料科学」 課題番号 23109005 の助成をうけた。

参考文献

- [1] H.Okuda et al., Scr. Mater. 68(2013)575-578.
- [2] H.Okuda et al., Sci.Report.5(2015)14186.
- [3] H.Okuda et al., Acta Mater. 118(2016)95-98.

* okuda.hiroshi.5a@kyoto-u.ac.jp