

(699) 単結晶合金の相安定性と強度特性

—ニッケル基単結晶合金の合金設計 オラ報—

豊橋技術科学大学 湯川夏夫, 同 大学院 井上聰

(現沼津高専), 西村正彦(現三重県技術センター), 馬場昭

1. 目的

単結晶合金においてTCP(μ や δ)相や α (W)相などが塊状や板状に析出した場合強度および韌性の低下を来たす。そこで合金の相安定性を保証するような限界設計をする必要がある。筆者らは既にNi, Co およびFe基オーステナイト系合金の相安定性は M_d (Mの電子エネルギー-レベル) によって予測しうることを明らかにして M_d -PHACOMP法^{1,2)}を開発したが、単結晶合金に対して適用し合金設計を行なうとともに高温強度特性などの評価を行なった。

2. 方 法

数次にわたって設計した累計100種以上のNi-10Cr-12/14Al-Ta-WおよびNi-5Co-10Cr-12/14Al-Ta-W系合金(at%以下同じ)およびPWA 1480, NASAIR 100などの比較合金の多結晶および単結晶試料を用いた。これらにつき、DTAによる凝固温度範囲(ΔT), 共晶および析出ド'量, ド'相の組成, γ およびド'相の格子常数およびミスマッチなどを測定した。相安定性は $1300^{\circ}\text{C} \times 4\text{h}$, A.C.の溶体化後 $900^{\circ}\text{C} \times 500\text{h}$ 時効試料やクリーフ破断試料について微細組織観察を行なうとともに, EPMAおよび抽出残差のX線解析を行なって調べた。また溶体化処理を行なうと同時に, [100] 単結晶につき, 高温引張試験(982°C)およびクリーフチャートチャート試験($1040^{\circ}\text{C}-14\text{kg/mm}^2$)を行なった。この場合の試料方位はいずれも[100]から 20° 以内のものを用いた。

3. 結 果

得られた結果を要約すると次のとくである。1) 共晶ド'相の生成限界(<2 vol%)は12Al系では $M_{dt}=0.98$, 14Al系では $M_{dt}=0.99$ で表わすことができる。2) $900^{\circ}\text{C} \times 500\text{h}$ の時効によって合金によつては δ , μ (TCP), δ (Ni₃Ta)(GCP)および α (W, bcc)が析出する。これらのうちTCP相(δ および μ)の析出限界は M_{dr} (ド'相の組成について求めた平均 M_d 値) で表わすことができ、 $M_{dr}=0.93 \sim 0.94$ で示すことができる。 δ 相の析出限界はこれより低いと考えられるが、一般に微細板状と析出し強度にはTCP相ほど影響しないと考えられる。 α (W)相は4.5~5 W以上になると析出しAl量によって異なる。3) これらの結果のうちNi-Cr-13/14Al-Ta-W系合金についてFig.1に示す。(——は共晶ド'相, ---はTCP相, - - -は α (W)相の各生成限界) 4) 限界内の合金の析出ド'量は67~63%で高Ta側で大となる。5) 限界設計を行なった合金では比較合金に比べ高温引張強度約1.2倍以上、クリーフ寿命約2倍以上のものが得られた。

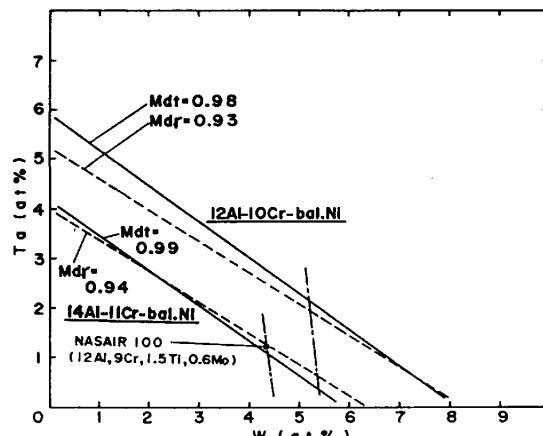


Fig.1 Phase stability of Ni-Cr-Al-Ta-W alloys

1) M. Morinaga and N. Yukawa; Proc. of the 5th Intern. Conf. on Superalloys, (1984), 523.

2) 湯川夏夫: 新材料開発と材料設計学, 三島, 岩田編集, イトサイエンス社, (1985), 79.