



| Title | コバルトを含有する銅・アルミニウム輕合金の燒戾硬化 組織に就て〔合金の燒戾硬化に關する研究(第十報)〕 |
|-------------|--|
| Author(s) | 江村, 孝之; 林, 茂壽 |
| Citation | 化学研究所講演集 (1936), 6: 110-115 |
| Issue Date | 1936-06 |
| URL | http://hdl.handle.net/2433/73576 |
| Right | |
| Туре | Departmental Bulletin Paper |
| Textversion | publisher |

コバルトを含有する銅・アルミニウム 軽合金の燒戾硬化組織に就て

[合金の燒戾硬化に關する研究(第十報)]

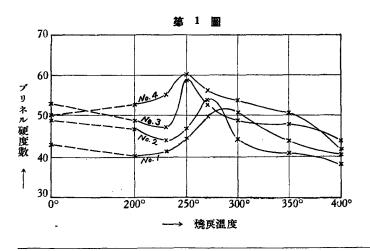
理學士 江 村 孝 之 理學士 林 茂 壽

歴 長 便 化 性 アルミニウム 軽 合金の基本をなす 鋼・アルミニウム 合金の 場合に於ける 焼 戻 硬 化 組 織 に 關 し て は , 嚮 に 當 所 宇 野・村 上 兩 氏 に 依 り て 第 6 報 ⁽¹⁾ 並 に 第 8 報 ⁽²⁾ と し て 詳細なる 發表 あ り・本 研 究 に 於 て は , 更 に コ バルト を 添加 し たる 場合 , 如 何 なる 焼 戻 硬 化 組 織 を 現 出 する や に 就 て 之 を 報告 せん と す・

扨て銅・アルミニウム輕合金にコバルトの適量を添加せしめ、其の燒尿硬化能を向上せしむることは、既に第7報⁽³⁾に於て同氏等に依り述べられたる處なり.

今,便宜上多くの有用輕合金の母體をなす銅4%を含有する Cu-Al 合金を基本とし、之にコバルト1%,2%,3%等を夫々添加せしめたる各種の試料を作り,而して鏡査に便ならしむる為,本研究に於ては,特に爐中凝固の場合を選定せり。

從來,輕アルミニウム合金の燒戾硬化現象の眞因探究に際し,最も肝要且つ適切なるべき顯



微鏡組織的研究は、殆ど等閑 視せられたるの觀あり、其の 主なる理由は、在來の腐蝕劑 に依りては之を檢出し得ざり しが爲なるべし.

弦に於て著者等は種々研究 の結果, 硫酸コバルトの水溶 液を腐蝕劑として電解的腐蝕 を施し,以て所期の目的を達 し得たり.

(1) 宇野傳三,村上芳三: 化學研究所講演集,4 (1934) 16.
(2) 宇野傳三,村上芳三: 工業化學雜誌,37 (1934) 403.
(3) 宇野傳三,村上芳三: 日本學術協會報告,9 (1934) 26.

(1) 1% Co を添加したる場合

先づ數個の爐中凝固試料を取り、硝酸加里融槽中にて 1 時間 510°C に加熱後、氷水中に急冷 し, 200°C, 230°C, 250°C, 270°C, 300°C, 350°C, 400°C 等の各温度にて夫々 1 時間煙屋 を施し、前記燒入試料と共にブリネル硬度計(荷重50瓩、鋼母徑5粍)に依りて、 其の燒戾硬 化曲線を測定し、第1圖 No. 2 (No. 1. は Co を含まざる場合)に示す曲線を得たり.

圖に於て見るに硬化の開始點は 230°C 附近に起り、 270°C に至らば最高點に達せり.

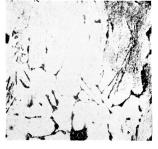
今,之等の試料に就て前記の腐蝕法を丹念に施したる後,之を鏡査する時は寫眞第2圖—第 14圖を得べし、先づ硬化現象の概觀を知る為に、特に50倍の低倍率に依れり。

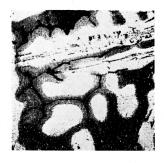
第3圖 270°C 燒戾

×50 第2圖 燒 入



第4圖 300°C 燒戾





第5圖 350°C 燒戾



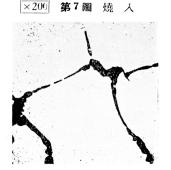
第6圖 490°C 燒戾



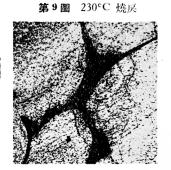
寫眞に於て窺ふが如く、 270°C 燒戾(寫眞第3圖)の際 Cu-Al 共 晶の周圍に微細なる結晶の析出を 認め, 300°C 燒戾(寫眞第4圖)に 於ては析出晶著しく増加すべし. 更に燒戾進行して 350°C (寫眞第 5 圖)に達すれば、 析出晶は凝集 して晶形幾分增大するが如し. 遂

に 400°C 燒戾 (寫真第6圖)に於て析出晶は母體に固溶す. 尚倍率を高め 200 倍にて鐐査する

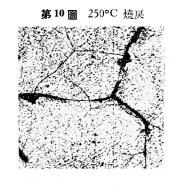
第8圖 200°C 燒戾



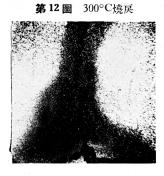




(111)



第11 圖 270°C 燒戻

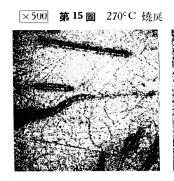


第13 圆 350°C 燒戻

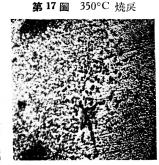


に,230°C 焼臭(寫眞第7圖)に於て,旣に母體晶內に細き割目を生じ,恰も硬化曲線に於ける硬化開始點に匹敵するは,甚だ興味ある事柄なり.250°C 焼戾(寫眞第10圖) に於ては前記母體晶內の割目は彌,鮮明となり,遂に270°C 焼戾(寫眞第11圖) に於て微細晶の

析出を認むべし. 更に燒戾妻の進行に伴ひ, 嚮に低倍率 50 倍の場合に認めたると同様に結晶析出, 析出晶固溶等の現象を明瞭に示す事, (寫眞第 12 圖—第 14 圖) の如し. 尚 230°C 燒戾の際に起る母體晶內の割目の變化に就て調査する為に, 特に 500 倍の高倍率にて鏡査するに燒戾







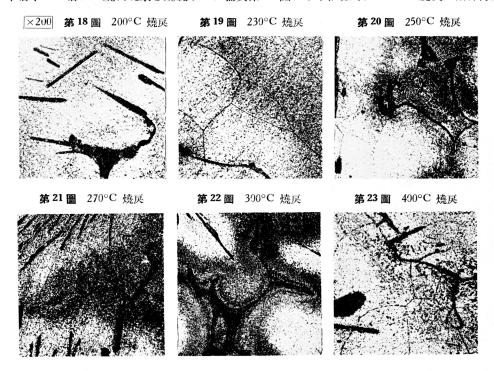
度「270°C 迄は殆ど不變なるも、此の溫度に達すれば寫真第 15 圖の如く、小石を並べたるが様に點綴狀に化すべし、之れ割目内に微細なる結晶の析出せし爲ならん。300°C 燒戾(寫真第 16 圖) に於ては割目は益、太くなるも、析出晶に妨げられて却つて之を認め難し。 寫眞第 17 圖は350°C 燒戾の場合にして、析出晶凝集し粗大となれる有様を認め得ん。

斯くて、Co~1%の添加によりて、硬化は促進せられ、 例へば最大硬化も約 $20^{\circ}C$ 早く生かべく、 顯微鏡組織も亦よく之を説明し得べし.

(2) 2% Co を添加したる場合

前項(1)の場合と同様に、其態長硬化曲線を測定するに、前掲第1圖 No. 3 に示すが如く、230°C 附近に硬化開始點あり、約 260°C に於ては硬化は最高となるが如し.

今倍率 200 倍にて燒戾現象を鏡査するに寫眞第 19 圖に示すが如く, 230°C 燒戾の場合母體



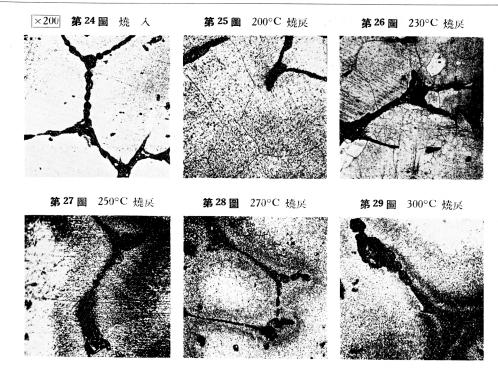
晶内に鮮明なる割目を現出し、250°C 燒戾(寫眞第 20 圖)にありては、 微細なる結晶の共晶に接して析出するを認むべし。270°C 燒戾(寫眞第 21 圖) に於ては析出現象最も著しく、300°C 燒戾(寫眞第 22 圖)に至り析出晶は漸次凝集を開始し、遂に 400°C 燒戾(寫眞第 23 圖)の場合は、殆ど母體晶内に固溶し去るべし。

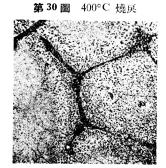
即ち、Co添加分の増加に依り、燒吳硬化現象は更に促進せられ、殊に顯微鏡組織變化の詳細なる調査に依りて、例へば母體晶內に起る割目も、共晶附近に現はるゝ析出現象も、共に1% Co添加の場合よりも遙に低溫燒戾に於て生するの傾向を示せり。

(3) 3% Co を添加したる場合

前掲第1圖に於ける曲線 No. 4 は本試料の燒戾硬化狀況を示し, 既に 200°C 燒戾に依りて硬化を示し, 次に 250°C 燒戾にありては最高點に到達せり.

今200 倍の倍率を用ひて之等の現象を探究するに、硬化開始點たる 200°C 焼臭 (寫眞第25圖) に於て、既に卧體晶內の割目を認め得る事は、硬化曲線と比較して誠に興味ある點なり. 230°C 焼臭(寫眞第26圖)に於て、割目は彌、著しきを加へ、250°C 焼臭 (寫眞第27圖) にあり

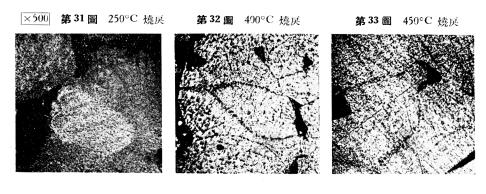




ては、共晶附近に微細結晶の析出を生すべし. 300°C 焼屋(寫 眞第29 圖)に於ては析出晶の凝集を開始し、400°C に達すれば 母體内に固溶すること寫眞第30 圖に窺ふが如し.

今母體晶內に生ぜし割目に就て、仔細に調査する為に、倍率を 500 倍に高め鏡査を行へり、寫真第 31 圖は 250°C 焼臭の場合にして、析出晶の密集せる附近の割目の有様を示せり、400°C 焼臭の場合は寫真第 32 圖の如く、割目內に析出したる結晶が著しく凝集せるを認め得ん。450°C 焼臭(寫真第 33 圖)に於ては、

割日内の結晶が漸次母體內に固溶し、割日も亦漠然となり、逐次消失すべし.



斯くて、Co の添加分 3%に達せば、更に燒奧硬化現象は促進せられ、250°C に於て硬化は 既に最高點に達せん。

尚,以上の研究に於て,燒戾の際析出する微細結晶は,Co-Al 系の金屬間化合物附近に現はれずして,專ら Cu-Al 系の共晶に沿うて出現するが故に,其析出晶の成分は,主として CuAl。なりと推斷し得ん.斯くて Co 3%迄の添加は,CuAl。の析出を促進助成せしむる事を知る.

之を要するに、適切なる腐蝕方法を**發見**せば、從來釋然たらざりし燒戾硬化組織を明瞭に鏡 査し得べく、從つて該現象の主因は自ら分明すべきものとす。

終りに臨み、終始御指導を仰ぎたる宇野教授に深甚なる謝意を表す.

尙本研究は服部報公會の御援助に依りたる事を附記し弦に感謝の意を表せんとす.

(第9回大阪講演會に於て發表)