

(731) 高マンガン-高アルミニウム鋼の三元系状態図と熱処理組織

長岡技術科学大学 ○田中克彦, 佐藤一則

工博; 上野学, 理博; 井上泰宣

1 緒言

オーステナイト系ステンレス鋼の代替材料として、高マンガン-高アルミニウム鋼が注目され、その耐高温酸化性、耐食性が良好なことが報告されている*。本研究では、最適成分系を把握する上で重要なオーステナイト単相領域を確保するために、Al-Mn-Fe系の基本成分系における正確な三元系状態図を決定し、各相の組織、析出物、介在物について調べた結果について報告する。

2 実験方法

用いた合金試料は、アルゴン雰囲気の真空溶解炉で溶解後 1200°C 拡散焼結、鍛造、熱間圧延、冷間圧延の各工程を経て、板厚 1 mm の鋼片とした。合金組成は、0~10 Al, 2~40 wt.% Mn の範囲の 20 種類とし、化学分析により正確な Mn, Al 量を決定した。オーステナイト相 (γ)、フェライト相 (α) の同定、定量分析は、Mo 管球を用いた X 線回折で行ない、組織観察、分析は光学顕微鏡、X 脳マイクロアナライザーを行った。

3 実験結果

図 1 に室温から 1100°C 近の立体状態図、図 2 に 1000°C における等温断面図を示す。 γ 単相領域は低温になるにつれ、高 Mn 高 Al 側にシフトし、 $(\alpha + \gamma)$ 2 相共存領域は高温になるほど狭くなっている。特に焼入れ温度が 1000°C から 1100°C になると、 γ 単相領域も狭くなり、9 Al - 30 Mn, 7 Al - 29 Mn (wt.%) では γ 相から α 相に変化している。実用上、最適成分系と目される 5~10 Al - 20~35 Mn 鋼は焼入れ温度を最高 1000°C とする必要がある。30%以上の高 Mn 領域で現れ、Mn-Al 鋼の機械的性質を損なうとされる β -Mn 相は 30 Mn 以上のいずれの試料についても確認されなかった。本研究では更に、Si, C 添加の影響も検討する予定である。各温度より急冷あるいは徐冷した組織には、 Al_2O_3 , MnS 等の介在物が多く認められた。

*) 草川ら 鉄と鋼 68 (1982) 12, S 1381

本研究は、科研費、試験研究 (N 0.59850118) により行なわれた。共同研究 (早大、鶴岡高専、長岡技大、新日鐵)

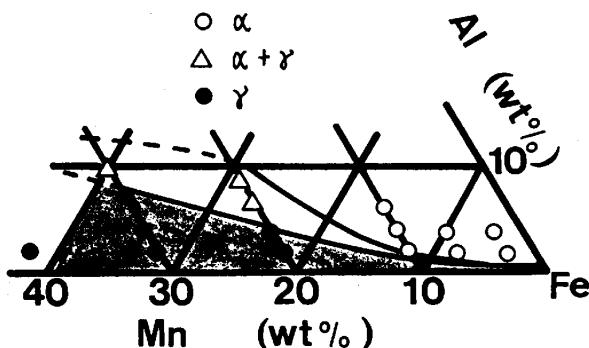


Fig.2 Isothermal section of Fe-Al-Mn system at 1000°C

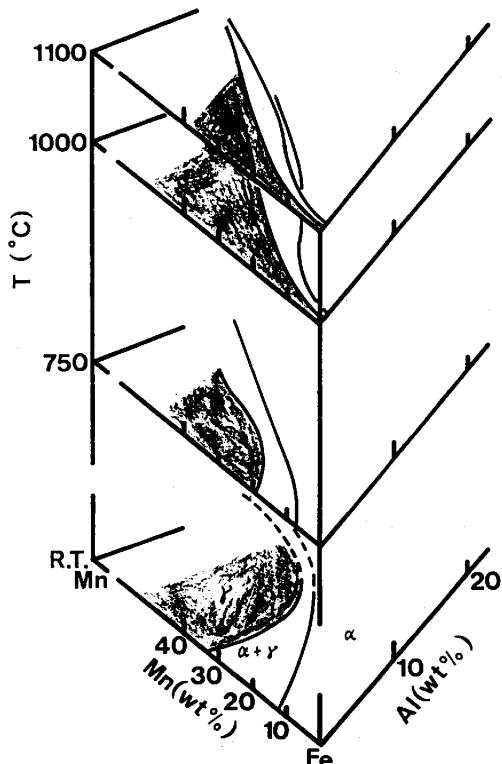


Fig.1 Phase diagram for Fe-Al-Mn system