

## (427) 18Cr-15W-Ni 耐熱合金の高温特性 (原子力製鉄用超合金の開発-1)

新日本製鐵(株)基礎研究所

工博 細井祐三 工博 篠田 暉(現技術開発部)

土田 豊(現製品技術研究所) 関野昌藏 ○榎原瑞夫

製品技術研究所

本間弘之

### 1 緒言

高温ガス炉を利用した原子力製鉄技術の開発が国家プロジェクトの一つとしておこなわれている。この原子力製鉄の実現には  $1000^{\circ}\text{C}$ 、 $10^{\text{hr}}$  でのクリープ破断強度が  $1\text{kg/mm}^2$  以上で、Co を含まない熱交換器用材料の開発が必要であると考えられている。このような強度を得るために強析出型合金が有効と考えられるが<sup>(1)</sup>、長尺管の製造性、溶接性、冷間加工性、時効硬化等の面で問題がある。そこで我々は Co-free の固溶型 Ni 基合金でこの強度を達成すべく検討し、NCS-1 合金を開発した。また後報でこの NCS-1 合金の熱間加工性、冷間加工性等の製造性および冷牽シームレス管の材質特性について報告する。

### 2 実験方法

2 種類の実験をおこなった。1 つは Base 成分を決定するためのもので、マトリックスの強化をはかるために小型の Ar 雰囲気炉で Cr 14~22%、Mo 0.5~1.5%、W 0.5~1.5% の範囲の合金を 2.1 チャージ溶解した。あとの 1 つは粒界の清浄化、強化を目的としたもので  $0.07\text{C}-18\text{Cr}-15\text{W}-0.5\text{Mo}$  を基本成分として  $10\text{kg}$  真空炉で Y 0~0.07%、Zr 0~0.15% の範囲の合金 1.6 チャージを溶解した。その後  $6\sim12\text{mm}$  に圧延し  $1200^{\circ}\text{C}\sim1250^{\circ}\text{C} \times 60$  分溶体化後  $900\sim1050^{\circ}\text{C}$  でクリープ試験をおこなった。また  $600\sim1000^{\circ}\text{C}$  で  $5000\text{hr}$  まで時効をおこないその時の韌性、組織および硬度変化について検討した。さらに溶接割れ感受性について TIGAMA JIG 試験をおこなった。

### 3 実験結果および考察

$1000^{\circ}\text{C}$ 、 $3.5\text{kg/mm}^2$  でクリープ試験をおこなった結果、ベース成分として  $0.07\text{C}-18\text{Cr}-15\text{W}-0.5\text{Mo}$  がもっとも優れたクリープ破断強度をもっていた。これを基本成分として粒界強化元素である Y および Zr を添加してさらに強化をはかった。

図 1 は粒界を悪くすると考えられる S と O に対する Y と Zr の原子比のクリープラブチャー時間におよぼす影響を示したものである。原子比が 1 の場合もっとも優れたクリープ破断時間を示す。

溶接においても、この原子比が 1 の場合にもっとも優れた耐割れ性を示した。 $600\sim1000^{\circ}\text{C}$  で  $5000\text{hr}$  まで時効した場合、衝撃韌性は加熱時間が長くなるにつれて次第に減少していくが、いずれの場合も室温での吸収エネルギーは高く、優れた韌性をもっているといえる。

加熱時間が長くなるにつれて析出物が凝集粗大化する。析出物は O<sub>r</sub> を主体とする M<sub>2</sub>O<sub>3</sub> 型炭化物で、粒径は  $t^{1/2}$  に比例して成長する。また合金設計にあたって組織の安定性の面から原子空隙数 N<sub>v</sub> を 2.2 以下にしたため、O 相等クリープ強度に悪影響を与える析出相は認められず、長時間安定した強度が得られた。

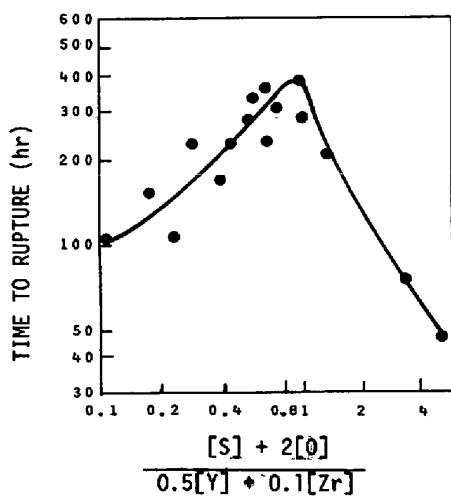


図 1  $1000^{\circ}\text{C}$ 、 $4\text{kg/mm}^2$  クリープ破断におよぼす Y, Zr, S, O の影響