

(196)

## 連続铸造用無炭素パウダーの開発

新日本製鐵 光製鐵所  
・竹内英磨 西田祚章 松村省吾  
柳井隆司 駒野忠昭

## 1. 緒 言

連続铸造フラックス・パウダーは、溶融速度調節のため骨格成分として数%の炭素微粒子を含有する。<sup>1)</sup>このパウダーを用いてステンレス鋼を铸造する場合、铸片表面浸炭の発生が問題である。そこで、ステンレス鋼ブルームの浸炭防止を目的に、骨格成分としてBN微粒子を含有する無炭素フラックス・パウダーを開発した。

## 2. ステンレス鋼ブルームの表面浸炭の実態と原因

## 1) 表面浸炭(写真-1, 図-1)

炭素含有連鉄パウダー(T.C=6.5%)により铸造したSUS-304ブルームには、铸片肌下2.0mmまでの浸炭が認められ、Cr-炭化物を伴う局部浸炭部(黒色部)は、オツシレーション・マークを基点にして、铸造方向に発生しているのが特徴である。



写真-1. SUS-304ブルームの表面浸炭状況

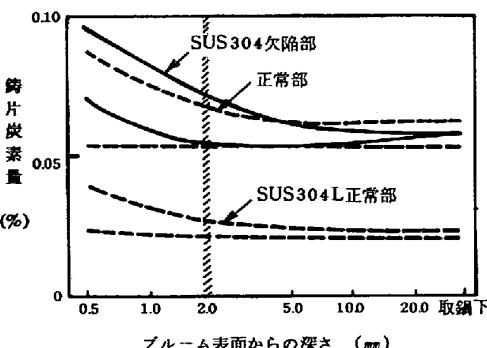


図-1. S-304ステンレス鋼ブルームの浸炭深さ

## 2) パウダー中の炭素粒子の挙動と浸炭原因(図-2)

パウダー溶融時に、炭素粒子は溶融スラグ上部に集まり、溶融スラグ-粉末層境界に炭素濃化層を形成し、浸炭は、炭素濃化層と凝固シエルとの接触により生ずると考えられる。

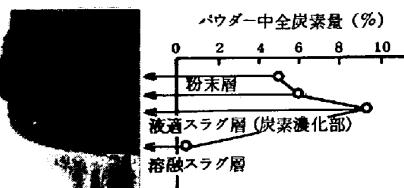


図-2. パウダー溶融過程における各層別炭素分布(鉄ルツボ試験)

## 3. 無炭素パウダーの開発

## 1) 炭素以外の骨格成分の選択(図-3)

BN微粒子は、炭素粒子と同程度の溶融速度調節機能を有することを見出した。BN微粒子(粒径1μ)の適正配合量は、母剤粒度に依存し、母剤粒径40~60μの場合、1.5~2.0%である。

## 2) BN粒子を骨格成分とする無炭素パウダーの溶融特性改善(表-1)

BN粒子は、大気中で高温加熱すると酸化してB<sub>2</sub>O<sub>3</sub>を生成する。B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>はフラックス成分として作用し、融点および粘性を低下させる。BN粒子の酸化を防止し、パウダー融点までBN粒子の骨格作用を維持させるために、上述パウダーの場合3~5%のCa-Si粉末添加が有効であった。さらに粘性は、塩基度を調整することにより制御した。

## 3) ステンレス鋼ブルーム铸造結果

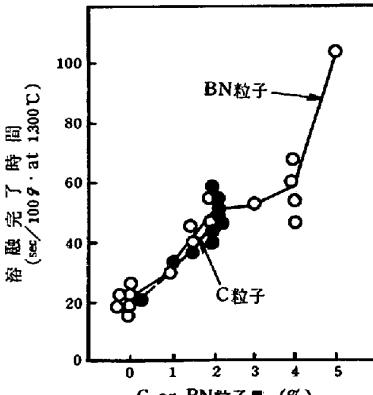


図-3. パウダー溶融速度におよぼすCとBN粒子量の比較

铸造作業性および铸片表面性状も良好であり、表面浸ボロンも認められず、完全無浸炭铸片が得られた。

1) 佐藤良吉: 日本国金属学会報

表-1. 無炭素パウダーの特性

パウダー	溶融速度調節粒子		添加物質	主成分			CaO/SiO <sub>2</sub>	溶融特性			ゼーガル錐の(軟化)溶融時間		
	物質	量		SiO <sub>2</sub>	CaO	NaF		mp (°C)	η (poise)	溶融速度	1,100°C	1,050°C	1,000°C
				3.5% Ca-Si	4.0	3.6	1.5				g/min 100~150	sec 10~50 (2~7)	sec 60~170 (3~12)
本開発パウダー	BN	1.5%		4.0	3.6	1.5	0.9	1,030	at 1300°C 2.1~3.1	g/min 100~150	sec 10~50 (2~7)	sec 60~170 (3~12)	∞ sec (80~250)
従来パウダー	C	6.5%	—	3.05	3.36	1.65	1.10	1,030	1.3~2.2	100~150	70~120 (~10)	150~300 (3~15)	∞ sec (10~120)