

回転磁界による極間式磁粉探傷法

近来,溶接部等の鋼板表面の探傷を精度よく能 率的に行なうことが要求されている。強磁性体の 表面は磁粉探傷法によって検査されることが多く, とくに鋼板表面の検査には極間(2極)式磁粉探 傷法が多く用いられている。しかし,一方向の磁 界のみを発生させる従来の2極式の極間式磁粉探 傷法によってあらゆる方向の欠陥を検出するため には,探傷する面上の任意の点を中心にして電磁 石を少なくとも90度回転させて探傷しなければな らず,この結果,検査能率の低下を招き,改善が 要望されている。

材料強度研究部では、電磁石を動かすことなく、 あらゆる方向の欠陥を検出するために回転磁界を 利用する4極式の極間式磁粉探傷法について研究 を行なった。この探傷法では、図に示すように珪 素鋼板によって形作られる4励磁極を用い、2つ



のコイルに位相の90°異なる交番電流を通じて,鋼 板表面に回転磁界を発生させ,探傷を行なう。写 真には実際の溶接割れについて,一方向磁界によ る磁粉模様と回転磁界によるそれとを比較して示 してある。回転磁界は鋼板表面をあらゆる方向に 磁化するので4励磁極に囲まれた鋼板表面の中心 近傍の欠陥は見落しなく検出できることがこれら の写真によって証明される。

機械的な回転を必要としないこの探傷法の開発 によって表面欠陥の検査能率の向上が期待される。



写真 一方向磁界および回転磁界による欠陥部の磁粉模様

高速実験炉用燃料被覆管の内圧クリープ特性

エネルギー危機が昨今大きな問題となっている が、エネルギー源の一つとして原子力によるもの、 特に核燃料の効率的使用の面から高速増殖炉の開 発が急がれている。我が国では現在その実験炉が 建設中で、原型炉の研究開発も行なわれており、

クリープ試験部では、炉心設計および安全性の検 討のための基礎的資料を提供するために、高速増 殖炉燃料被覆管の高温における内圧クリープ特性 を求めている。

ここでは、高速実験炉"常陽"用として試作さ れた316ステンレス鋼被覆管(2製造会社×2溶鋼 /社=4溶鋼)についての内圧クリープ破断試験 結果および内圧クリープと単軸引張クリープの試 験結果の関連についての概要を述べる。試料は動 力炉・核燃料開発事業団より提供された非照射の 管で、内圧クリープ試験片の被試験体の寸法は外 径6.3mm、厚さ0.35mm、長さ200mmである。内圧ク リープ試験は、試験片への圧力媒体がアルゴンガ スの試験機によって、大気中において行なわれた。

図1に、4溶鋼についての試験温度600℃、650 ℃、700℃および750℃における内圧クリープ破断 結果を示す。溶鋼番号AとBは製造会社の違いを、 添数字1と2は製造時期の違いを表わすが、これ らはほぼ同じ仕様に従って製造されたものである。 破断曲線には溶鋼により大きな差異が認められた。 すなわち、A-1材は各温度において最も大きな破 断強さを示したが、B-1材は750℃の場合を除い

て最も小さい破断強さを示し, A-2 材は,高温長時間側になるに従って 強さの低下する度合が他に比べて大 きく,750℃では最も弱かった。この A-2材の挙動の直接的な原因は粗 大なσ相の析出によるものであるこ とがわかったが,さらに,各被覆管 の破断の挙動は,要因を種々検討し た結果,化学成分,結晶粒度および 冷間加工度のわずかな相違に関係し ていることが判明した。

内圧クリープ試験と平行して単軸

引張クリープ試験も行なった。クリープ破断につ いては、内圧力(P)を平均径の式により Hoop stress $\{\sigma_H = P(D_0/2t_K-0.5), t t t, D_0$ は 外径および t_K は肉厚 $\}$ に換算した場合の内圧クリ ープのデータと単軸引張クリープのデータとの間 に比較的よい相関が認められた。また、最小クリ ープ速度については、内圧力を Tresca型の相当 応力($\sigma_T^* = P \cdot r_m/t_k$, t t t, rm は平均半径, t たがってこの場合、 $\sigma_T^* = \sigma_H$)に換算し、管の外径 の変化より求めた接線方向の最小クリープ速度 ($\dot{\epsilon}_1$)を Mises 型の相当最小クリープ速度($\dot{\epsilon}_M^* = 2 \dot{\epsilon}_t/\sqrt{3}$)に換算したところ、図2(600°Cの場 合)に示すごとく、内圧のデータと単軸引張のデ ータとはほぼよい関連を示した。



図1 内圧クリープ破断試験結果



図2 最小クリーブ速度における内圧クリープと単軸引張クリープとの 比較(600℃, A-2材とB-2材の場合)

遊星圧延機による低炭素鋼の圧延

製造冶金研究部では、遊星圧延機の圧延特性な らびに圧延材の性状、材質を検討するため、各種金 属について、プラッツァ式遊星圧延機による一連の 圧延実験を行なっており、アルミニウム、18Crステ ンレス鋼についてはすでに紹介した(金材技研ニ ュース134号および156号)。引続きここでは低炭素 リムド鋼およびキルド鋼(0.05%C)の圧延実験 より得られた結果の概略を紹介する。

圧延実験は $50 \times 170 \times 2000$ mmのスラブを用い, 送り速度 2 m/min, 遊星ロール公転数 165rpm の 条件のもとに,加熱温度1150 - 1220℃,全圧下率 88 - 96%(出側板厚 6 ~ 2 mm)の範囲で行なわれ た。加熱温度が高めなのは,許容荷重を超過しな いよう配慮したためであるが,条件によってはさ らに低い温度での圧延も可能と思われる。

得られた熱延板には遊星圧延材特有の性状がみ られた。そのエッジは**写真**に示すように典型的な V型断面を形成し、そのため3mm厚以下の熱延板 ではコバ割れの発生もかなり著しいものであった。 しかし、これはスラブのエッジをあらかじめラウ ンドに成形することで抑制しうるものである。な お、圧延方向に沿って現われる板厚の波状変動に ついては、プラッツァ式独特のワークロール並進 機構により、その変動幅も0.05mm以下におさえら れていた。

熱廷板の機械的性質は、リムド鋼、キルド鋼と



図 キルド鋼熱延板の(110)極点図

も通常のタンデムミル材と比較して特に顕著な差 はみとめられなかったが、圧延が高温域において 1パスで終了するためか、組織中のフェライト粒 はタンデム材のそれに較べ、やや粗大化していた。 熱延板の集合組織には若干の特徴がみられ、図に 示すように、タンデム材では表面層と中心層で主 方位が異なっているのに対し、遊星圧延材ではそ のような差異がみとめられなかった。両者のこの ような相違は圧延メカニズムの違いに起因するも のと考えられる。

さらに熱延板に対し,通常のプロセスに準じた 冷延焼鈍を行ない,それらについて確性試験を行 なった。表に示すように,リムド鋼では,引張り 強さ,伸び, r値(成形性を表わすパラメータ) ともタンデムミル材とほぼ同等の値を示したが, 加工工程の温度履歴に敏感なキルド鋼では r値が 幾分低い値を示した。しかし,これは温度条件の 適切なコントロールにより改善しうるものと考え られる。

以上,遊星圧延機による低炭素鋼の圧延につい て,その技術的な可能性を確かめたものであるが, 限られた条件のもとに行なわれた実験であり,こ れらの結果を生産規模の工程に結びつけるには, さらに検討を加える必要がある。



写真 エッジ部の断面

表 冷延焼鈍板の機械的性質

		遊星圧延材 ×	タンデム・ミル材	
引張強さ	リムド鋼	27.7	28.2	
(kg/mm^2)	キルド鋼	30.8	32.4	
伸び	リムド鋼	46.8	43.5	
(%)	キルド鋼	40.6	36.6	
r 值	リムド鋼	1.34	1.33	
	キルド鋼	1.40	1.84	

冷延率:70% ×加熱温度:1150℃

【特許紹介】

片面溶接におけるキーホール効果の探知 方法

公告番号 昭48-12617(昭和48年4月21日)
特許番号 第716073号
溶接研究部
発明者 稲垣道夫,岡田 明

プラズマアークを利用して加工材を溶接するプ ラズマ溶接では、溶融部が裏面まで貫通するとキ ーホールという小孔ができるが、小孔を適当な大 きさに保つと加工材の裏側に均一な溶接ビードが 形成されて良好な片面溶接ができ、これをキーホ ール効果とよんでいる。キーホールはアーク溶接 で溶接入熱が大きい場合にも観察され、これが過 大になると溶落ち等が生じて均一な裏波溶接ビー ドを形成できなくなる。この発明はキーホールの 大きさを電気的に検出し、その情報に基づいて溶 接欠陥の発生を未然に防ぐようにした。

図示したように,溶接電極1の下方にある加工 材2の溶融部のキーホールが形成される個所の直 下に、一定間隔をおいた1 対の電導体3を加工材 と電気的に絶縁して設ける。溶融部に発生したキ ーホール4から加工材の裏側へ噴出したプラズマ 5を電導体3の間へ導き、電導体と接続した回路 要素E, R, Aで構成される抵抗計により電導体 間の電導率を測定する。プラズマには荷電粒子が 存在するので電導性があり、加工材の裏側へ噴出 したプラズマの電導率によりキーホールの大きさ が測定できる。このように溶接中に適正な裏波ビ ードの形成にあずかるキーホール効果を容易に探 知すること

開

発 明



超電導マグネット用材料

特公開昭48-71594 昭和48年9月27日

H

願 公

従来の合金系超電導材料に較べて約3倍の臨界磁界 をもつV-Hf-Nb合金であって、V₃Ga超電導線の臨 界磁界に匹敵する200KOe以上の値が得られる。

連続静止アーク溶接法	特公開昭48-86752
	昭和48年11月15日

全姿勢の溶接や裏あてを用いない片面溶接における 溶融部の溶落ち,たれ落ち,アンダーカット等の欠陥 発生を防止するため一定の速度で走行するベース電流 を通じた溶接電極にパルス電流を重畳して加工材を接 合する方法。均一な溶接ビードを形成する。

深絞り用アルミニウムキルド 特公開昭48-89822冷延鋼板の製造法 昭和48年11月24日

アルミニウムキルド冷延鋼板の深絞り成形性を改良

通卷 第183号

編集兼	発行人	林	弘
印	刷	株式会社 ユニオンプリ	リント
		東京都大田区中央8-	30 - 2
		電話 東京 (03)753-6969)(代)

するために冷延の前に5%以上の塑性変形を与えAIN の分散微細析出物の析出核を増加させて{111} 結晶面 の集合組織を優先させた深絞り用鋼板を得る方法。

構造用合金鋼のガス浸炭窒 特公開昭48-89842 化法 昭和48年11月24日

鋼部品の表面窒化量のバラツキを抑制するため昇温 中の浸炭窒化ガスに少量の塩化水素ガスを混在させて アンモニアの分解を制御するガス浸炭窒化法。均質な 浸炭窒化層の形成とアンモニアの歩止り向上に有効。

ガス浸炭窒化炉 昭和48年12月12日

鋼部品の表面窒化量のバラッキを抑制するため,炉 内を金属酸化物等で覆ってアンモニアの分解を制御す るガス浸炭窒化炉。

発 行 所 科学技術庁金属材料技術研究所

東京都	邻目黑	区中目	【黒2丁	目3番	12号
電話	東京	(03)	719-2	271 (代表)
郵	便	番	号	(1	53)

-4-